1555 E10-2125

電子科学研究

北海道大学電子科学研究所

Research Institute for Electronic Science Hokkaido University

1999 (Vol.7)

光化学反応の電場効果と光機能物性

光電子物性研究分野 太田信廣

『光励起ダイナミクス』、『電子励起分子の構造』、『光機能物性』をキーワードに,有機分子の光化 学反応ダイナミクスはどうなっているのか,電場や磁場によりどのような変化を示すのか,またそれは 励起分子の電子構造や準位構造とどのように関係するのか,さらには光導電性や有機電界発光の発現 といった光機能物性とどのように関連するのかを,主に光励起に伴う発光特性の電場,磁場依存性を 観測することにより調べている.生体系に特徴的な光化学反応の特異性が膜蛋白における色素分子の 機能的かつ秩序正しい配列構造に起因することに鑑み,色素分子を異なる長さの分子鎖で連結させた 分子系,あるいは分子の空間配向,配列を制御した分子系に特に着目して研究を進めている.

1 **はじめ**に

光励起に伴って起こる励起エネルギー移動,電子 移動,異性化反応,プロトン移動反応といった分子 の光化学反応ダイナミクスは,植物の光合成,動物 の視覚や光走光性運動,植物成長制御など生物にお ける光機能発現の源でもある.したがってこれら光 励起に伴う動的過程の機構を解明することは、『光』 と『物質』の関わりを明らかにする上でも,また 『光』と『生物』との関係を明らかにする上でも非 常に重要となる.ところでこれら光化学反応ダイナ ミクスは,励起状態における分子構造,電子構造お よび準位構造といった構造一般と密接に関係してい る.そこで,本研究分野では,電子構造や準位構造 に変化をもたらすことが良く知られている電場や磁 場を外部より作用させ,生じる光励起ダイナミクス の変化と構造変化の相関を調べることにより,また 光吸収や発光スペクトルに対するシュタルク効果や ゼーマン効果を調べ励起分子の磁気・電気双極子モ ーメントや分子分極率を求めることにより,光化学 ダイナミクスと励起分子の電子構造との関係を調べ ている.さらには光電流や磁性を調べることにより, 光化学反応ダイナミクスと,光導電性,分子磁性の 光変換,有機電界発光,非線形光学効果といった光 機能物性との関係を調べている(図1参照).

光合成等の生体系における光化学プロセスの特異性(超高速,高効率,高選択性に基づく光の超有効利用)は最近の X線結晶構造解析からも明らかなように膜蛋白中における色素分子の機能的かつ秩序



図1 光化学反応ダイナミクスと構造と光機能物性の相関

正しい分子配列構造に起因する.そこで本研究で は,異なる色素分子,あるいは同種の色素分子を 種々の長さの分子鎖で連結させた系,積層型に単分 子膜を多層累積した系,分子を規則正しく配向させ た系といった均一分散系とは異なる分子配列系およ び高秩序分子集合系に特に着目し,光化学反応およ びその電場,磁場効果を調べている.ここではポリ マー中およびLB配向膜中の光化学反応と電場効果 について述べる.

2 光化学反応と電場効果

2,1, 分子連結系分子における光誘起電子移動反応 と電場効果

電子供与体(D)と受容体(A)を分子鎖で連結 させた場合の光誘起電子移動反応およびその電場効



図 2 カルバゾール (D) とテレフタル酸メチルエステル (A)のメチレン鎖連結化合物, (D - (CH₂)n - A),を PMMA ポリマー 中に分散し発光の電場効果を調べる.



図 3 (D - (CH₂)n - A)の n = 3 (左図), 20 (右図) の蛍光 (実線) および電場蛍光スペクトル . 電場強度は 0.5MV/cm . PMMA 中の濃度を変化させて測定 .

果を,種々の分子系について調べている[1 - 3]. ここではDとしてカルバゾール,Aとしてテレフタ ル酸メチルエステルを種々の長さのメチレン鎖で連 結させた分子について,図2のような試料を作成し 調べた結果を示す.このD - A連結化合物のn = 3と20について,種々の濃度でPMMAに分散させ た場合に得られる蛍光スペクトルおよび電場蛍光ス ペクトルが図3に示してある.いずれも低濃度では カルバゾールからのモノマー蛍光が圧倒的であり, 濃度の増加と共にブロードな発光(ピークが~ 450nm)の強度が増加する.この発光はカルバゾー ルの励起状態からテレフタル酸への電子移動に伴っ て生じるエキサイプレックス(EXC)蛍光である. この蛍光スペクトルの濃度依存性は連結化合物であ っても,分子内の光誘起電子移動反応の効率は非常 に小さく,濃度の増加と共に分子間で電子移動が起 こることを示している.モノマー蛍光の電場スペク トルの形状は,蛍光スペクトルと似ており,蛍光収 率が電場により減少することを示している.これは DとA各々を別々に分散させた場合も同様であり, 蛍光過程と競合する電子移動の速度が電場により促進されることを意味する[4,5].ただし,EXC 蛍光の電場効果は分散系の場合とは決定的に異なる. 比較的低濃度の場合には,どの電場蛍光スペクトルも,EXC 蛍光が電場により増加することを示している.しかもその増加量はメチレン鎖が短いほど大きい.EXC 蛍光が D から A への電子移動により生成するラジカルイオン対を経由して生じる場合,その強度はラジカルイオン対の量に比例することになる.ここでカチオンとアニオン間の静電的な力によるイオン対の再結合が考えられるが,もしそうであれば再結合を起こさない場合に比較して,EXC 蛍光の強度は減少することになる.そして仮にこの再結合がなんらかの理由で抑制されるとするならば, 再結合により消光していた蛍光が復活し,蛍光強度 の増加が期待されることになる.事実,図3に見ら れるようにメチレン鎖長が短くなるにつれて,EXC 蛍光の電場による増加の効率は大きくなる.これら の結果は,電子移動は分子間で主に起こり,電荷再 結合は結合を通して分子内で効率良く起こることを 示している.さらに,光電流測定結果によれば高濃 度における蛍光の電場消光はホールキャリアー生成 に依るものである.

2,2, 配向分子膜における層間光誘起電子移動反応 と電場効果

図 2 のようにポリマー中に試料を分散させた場合,電子移動はその方向がランダムであり,ある一



図4 層間光誘起電子移動反応を示す LB 配向多層膜.



図 5 VIO 層がない時(左図)とある時(右図)の電場蛍光スペクトル(電場の強さは 1.0 MV/cm), 蛍光スペクトル, 一次微分 スペクトルおよびシミュレーション.



図6 電場の向きを反転させた時の電場蛍光スペクトル(電場の強さは1.0 MV/cm)と蛍光スペクトル(点線).

定方向の電場を作用させた場合でも,お互いの反応 系に対して異なった電場効果が期待される.したが って反応への電場方向依存性を明らかにするために は,一定方向に反応が起こるような分子系を構築す る必要がある.そこで,LB 配向単分子膜を用いる ことにより,図4に示すような一定方向に層間光誘 起電子移動反応を示す系を作成し, 蛍光の電場効果 を調べることにより,光化学反応およびその電場効 **果を調べた**[6 - 14].図4では代表的なシアニン 色素であるオキサカルボシアニン (OCC) と脂肪 酸,およびビオローゲン(VIO)と脂肪酸との混合 LB 膜を,脂肪酸単分子膜をスペーサーとして,異 なる層に累積してある.この系では励起された OCC から VIO へ電子移動が起こり, 蛍光消光が観測さ れる.また, OCC と VIO 間のスペーサーを変えて 調べた電子移動反応の距離依存性は、単分子膜層間 での長距離電子移動がトンネル効果に基づくもので あることを示している.この分子系について観測さ れた一次の電場蛍光スペクトルが図5に示してあ る. VIO が存在しない場合は光誘起の電子移動が起 こらないが、その場合に観測された電場蛍光スペク トルは蛍光スペクトルの一次微分形とほぼ同じであ る. すなわち, 電場効果はシュタルクシフトのみで あり, 蛍光収率の電場による変化は見られない. - 方, VIO が存在し, OCC の励起状態から VIO への 電子移動が起こる系では,電場蛍光スペクトルは, その形状が蛍光スペクトルと似ており,発光収率が 電場により変化すること,すなわち,蛍光過程と競 合する電子移動の速度が電場により変化するため に,発光収率が変化することを示している.図4に 示した方向に電場を作用させた場合には蛍光の増加 が観測され,電子移動速度が阻害されることがわか る.また図6に示すように電場の方向を逆にした場 合には,今度は電場による蛍光の減少が観測され, 電子移動速度が電場により促進されることがわか る.このように,電子移動反応に対する電場効果は 明らかな方向依存性を有することがわかった.

2,3, 電場吸収と表面モルフォロジー

光吸収の電場効果の測定から,光励起に伴う電気 的特性の変化のみならず表面モルフォロジーに関す る情報を得ることができる[15 - 17].図7に示す ような脂肪酸と種々の濃度のオキサシアニン(OC) からなる混合LB配向膜を作成し電場吸収スペクト ルを得た.基板垂直方向におけるOCの光励起に伴 う電気双極子モーメントの変化量を一次のシュタル クシフトの大きさから見積った値はOC 濃度が20







図8 種々の濃度の OC 混合 LB 膜の吸収スペクトル,吸収 の一次微分,電場吸収スペクトル.



図9 OC 混合 LB 膜の蛍光顕微鏡像.

から 30mol%に増加したときに大きく変化すること,また変化の方向も逆転することがわかった(図8).この急激な変化は30mol%以上の濃度ではOCの会合体形成が起こるためであると推定したが,その妥当性を蛍光顕微鏡による表面モルホロジーの観測により示すことができた(図9).高濃度では"ゴム輪構造"をもつ会合体が形成する.吸収スペクトルや発光スペクトルには変化が現われない場合でも、電場吸収スペクトルと表面モルフォロジーがよい対応を示すことがわかる.J - 会合体が形成する場合にも特有のモルフォロジーが観測される.

2,4, 連結化合物におけるエキシマー電界発光

ピレンとピレンをメチレン鎖で連結させた分子を PMMA 中にドープした系の電場蛍光スペクトルを 図 10 に示す.短波長側のピレンのモノマー蛍光と ~ 470nm にピークを持つブロードな蛍光(サンド イッチ型エキシマーからの発光)が電場により減少 し,~ 415nm にピークを持つ発光(ピレン同志が



図 10 PMMA 中におけるピレン連結化合物の異なる濃度での蛍光スペクトル(実線)と電場蛍光スペクトル.



図 11 PMMA 中におけるメチレン鎖連結ピレンの蛍光スペ クトルと電界発光スペクトル.

部分的な重なりを持つエキシマーからの発光)の強 度が電場により増加する.これはエキシマー形成収 率が電場により増加することを示している [18 -201. ただし、ピレン同志の連結化合物の電場蛍光 スペクトルは, ピレン単独の場合とは異なり, 顕著 な電場強度依存性を示す.すなわち,モノマー蛍光 および部分的な重なりを持つエキシマー蛍光の電場 効果はピレン単独の場合と同様,作用する電場の強 さの2 乗に比例して各々電場により減少および増加 するのに対して,サンドイッチ型のエキシマー蛍光 は電場の強さの4 乗に比例した電場消光を示す.こ れはサンドイッチ型のエキシマーが電場により生成 量が変化するばかりでなく,生成したエキシマーが 電場により消滅していくことを示している.このこ とと関連して、ピレン連結化合物では効率の良いエ キシマー電界発光が観測される(図11). すなわち, 連結化合物に電場を作用させると、ピレン連結化合 物の励起状態からラジカルイオン対が生成し、この

イオン対が分子鎖を介して再結合を起こす結果とし て電界発光が生成する.このように,色素分子間の 配向や連結が光化学反応およびその電場効果に大き な影響を与えると共に,電界発光といった光機能物 性にも密接に関係してくることをこれらの結果は示 している.

3 今後の展望

今後も種々の分子系 (分子システム)を構築する ことにより,上で述べた光化学反応以外に関して も、その電場、磁場効果を調べる予定である.しか も、定常光を用いた実験と並行して、超短パルスレ ーザー光を用いた実験を行なうことにより,反応ダ イナミクスおよびその電場、磁場効果、さらにはそ の相乗効果を高速時間応答でリアルタイムで追及す ることになる.これらの研究を通して,光により誘 起される反応のダイナミクスを,励起分子の構造と 関連して、より深く理解することができるようにな ると共に,電場や磁場を用いた光化学反応の外部制 御を可能にする.さらにこれらの研究は,光により 分子に新たな機能を持たせる、光により分子の機能 を変化させる、あるいは逆に特殊な分子を用いるこ とにより光の特性を変化させるといった光機能性分 子,いわゆる分子フォトニクスの設計に欠くことの できない基礎研究でもある.上に述べたような連結 系分子および配向分子系における光化学反応とその 電場,磁場効果に関する実験を進めることにより, これまでに知られているのとは全く異なった光機能 物性,例えば光超伝導,を見いだすことが可能であ ると確信している.

[参考文献]

- [1] N. Ohta, M. Koizumi, Y. Nishimura, I. Yamazaki, Y. Tanimoto, Y. Hatano, M. Yamamoto and H. Kono, J. *Phys. Chem.*, 100, 19295 (1996).
- [2] N. Ohta, T. Kanada, I. Yamazaki and M. Itoh, *Chem. Phys. Lett.*, 292, 535 (1998).
- [3] Y. Nishimura, I. Yamazaki, M. Yamamoto and N. Ohta, *Chem. Phys. Lett.*, 307, 8 (1999).
- [4] N. Ohta, M. Koizumi, S. Umeuchi, Y. Nishimura and I. Yamazaki, J. Phys. Chem., 100, 16466 (1996).
- [5] N. Ohta, S. Umeuchi, Y. Nishimura and I.

Yamazaki, J. Phys. Chem., 102 B, 3784 (1998).

- [6] N. Ohta, S. Matsunami, S. Okazaki and I. Yamazaki, Langmuir, 10, 3909 (1994).
- [7] N. Ohta, S. Okazaki, S. Yoshinari and I. Yamazaki, *Thin Solid Films*, 258, 305 (1995).
- [8] N. Ohta, T. Nomura, S. Okazaki and I. Yamazaki, *Chem. Phys. Lett.*, 241, 195 (1995).
- [9] N. Ohta, T. Nomura and I. Yamazaki, J. Photochem. Photobiol., 106, 37 (1997).
- [10] T. Ito, I. Yamazaki and N. Ohta, Chem. Phys. Lett.,

277, 125 (1997).

- [11] N. Ohta, T. Ito, S. Okazaki and I. Yamazaki, J. Phys. Chem., 101 B, 10213 (1997).
- [12] N. Ohta, T. Ito and I. Yamazaki, Mol. Crys. Liq. Crys., 314, 119 (1998).
- [13] N. Ohta, T. Ito and I. Yamazaki, Z. Phys. Chem., in press.
- [14] S. Umeuchi, Y. Nishimura, I. Yamazaki, H. Murakami, M. Yamashita and N. Ohta, *Thin Solid Films*, 311 (1-2), 239 (1997).
- [15] N. Ohta, S. Okazaki and I. Yamazaki, Chem. Phys.

Lett., 229, 394 (1994).

- [16] N. Ohta, T. Ogata, S. Okazaki and I. Yamazaki, *Chem. Phys. Lett.*, 244, 355 (1995).
- [17] N. Ohta, M. Nakamura, I. Yamazaki, M. Shimomura and K. Ijiro, *Langmuir*, 14, 6226 (1998).
- [18] N. Ohta, T. Ito, S. Okazaki and I. Yamazaki, J. Phys. Chem., 101 B, 10213 (1997).
- [19] N. Ohta, S. Umeuchi, T. Kanada, Y. Nishimura and I. Yamazaki, *Chem. Phys. Lett.*, 277, 215 (1997).
- [20] N. Ohta, H. Kawabata, S. Umeuchi and I. Yamazaki, *Chem. Phys. Lett.*, 310, 397 (1999).

ピコ・フェムト秒時間分解分光法による相転移研究の展開

相転移物性研究分野 八木駿郎

近年のパルスレーザー技術の発展はピコ・フェムト秒時間分解分光法の相転移研究への応用を可能 にした.この方法では人工的に励起したフォノン等の運動を実時間で観測できるので,従来広く用い られてきたラマン散乱分光法の低振動数領域における難点を補うことが出来る.さらに最近の光学干 渉格子を用いた改良により,安定したヘテロダイン検波方式による S/N 比の優れた検出と励起モード の波数ベクトルの簡便な選択が可能になった.本稿では,この方法の有効性を幾つかの相転移研究の 例およびフォノンポラリトン分散関係の精密な測定の例によって示す.

1 はじめに

ピコ・フェムト秒時間分解分光法とは、ピコ秒あ るいはフェムト秒領域の時間幅をもつ超短レーザー パルスを用いて物質内にフォノンなどの励起状態を 人工的に創り出し,その運動の時間依存性を直接観 測する方法である、物質内の励起状態にはフォノン などの集団運動から分子内振動まで様々なものがあ るが,通常それらを調べるときには物質外から何ら かのプローブ(探針)を入れてその応答を観測する. プローブとしては中性子線・電子線等の粒子線か ら,赤外線・光などの電磁波までが広く用いられて いる、このうち光、特に可視光を用いる光散乱法 は, 1928年のラマン効果の発見以来, ラマン散乱 分光法として広く用いられて,特にレーザーの出現 に伴い極めて精度の高い重要な物性評価法となって いる.この方法は,対象とする素励起の種類に応じ て, ラマン散乱以外にもレーリー散乱やプリルアン 散乱などとも称されて広く用いられている.これら の光散乱分光法では素励起からの散乱光の強度スペ クトル(q,)を波数ベクトルqと振動数の関数 として観測し,それにより応答関数の振動数成分 (感受率関数) G(q,) が第1種揺動散逸定理を通 じて,

 $I(q,\omega) \approx \operatorname{Im} G(q,\omega)$ (1)

で与えられることを通じて系の応答を振動数領域で 求めている [1]. ここで q は素励起の波数ベクトル で,入射光方向と散乱光がなす角度から大きさと方 向が決まり,Im は複素感受率関数の虚数部分を表 す.フォノンなど物質のダイナミクスの特徴はI(q,)に現れ,さらに式(1)により感受率関数の周 波数成分に結びつけることが出来る.従って観測さ れたラマンスペクトルの構造から,目的とするフォ ノンがラマン活性であるときに限られるが,その振 動数や減衰定数などのダイナミクスに重要な情報を 得ることが出来る.

2 なぜ時間分解分光法が必要か

しかしながらこの方法を,相転移の研究に用いる ときには少なからず都合の悪いことが生じる.一般 に相転移においては,安定相として存在している秩 序のない構造(高対称相)が,物質内の相互作用の 何らかの変化により不安定になり新しい秩序をもつ 構造(低対称相)が出現する,という過程をたど る.そのときに相転移の機構を本質的に記述するた めには、多体系としての相互作用を解いて、なぜ構 造不安定化が生じたのかを解明する必要がある.こ の相互作用の解明は、物性発現機構の最も基本的な 部分に関わり、それを相転移における異常物性を手 がかりに解明しようとするのが,本研究分野の研究 目的である.そのため,多体系における協力的相互 作用の結果を最も直接的に反映する物理量(秩序変 数)に着目する.それは不安定化の過程を直接反映 するので,相転移において大きなゆらぎを示す.た とえば格子振動モードのうちのひとつが不安定化す る場合、「ソフトモード」として知られているモード

の振動数 。が復元力の減少に対応して相転移温度 T_c でゼロになる.ここでソフトモードに対応して振動していた原子は復元力を失って元の位置に戻れ ず,新しい位置に「凍結」し,低対称相として安定 な秩序構造をもつ相になる.多くの場合 。は対称 相($T > T_c$)で

$$\omega_s^2 \approx (T - T_c) \tag{2}$$

で与えられる温度依存を示し,相転移点T。に向かって減少してゼロに近づくことが知られている.

相転移の研究においては,このソフトモードの振動数がゼロになる T.の近傍は,多体系の相互作用の特徴が強く現れる極めて重要な場面であるので, 感受率関数の高精度の測定が必要になるところである.しかしながら,ラマン散乱分光法においては用いる光源のスペクトル幅には有限の広がりがあり, さらに散乱光を振動数分解する分光器にも分解能が 有限であるという制限があり,ソフトモードスペク トルの測定可能振動数には下限が生じる.このため,ラマン散乱分光法では(q,)を観測している 故に,臨界的に相転移の直上の。=0のところま で迫ることが妨げられている.

超短レーザーパルスを用いた時間分解分光法はこ のような問題を解決できる有力な方法として相転移 の研究に登場してきた [2]. この方法では応答関数 の時間依存性 O(q,t) を直接測定することが出来る ので,相転移点近傍でゆらぎが増大し運動が復元力 の減少でスローになればなるほどこの方法には有利 である.それは遅い運動を検出するのは一般に実験 的には有利であるからである.一方高い振動数領域 を研究する場合には依然としてラマン散乱分光法が 有利で,現在でも当相転移物性研究分野ではこの方 法を (q,) の有力な測定法として用いている.本 稿では超短レーザーパルスによる時間分解分光法 と,それによる研究成果の例を中心に述べる.

3 実験システムの改良

本実験方法の原理については,電子科学研究第3 巻(平成7年度)に詳述したので,ここでは当研究 分野における最近の実験システムの改良点について 述べる.本実験システムは,フォノンなど目的の素 励起を人工的につくり出す(1)<u>励起過程</u>と,励起 された素励起の運動を時間の関数として観測する (2) プローブ過程の2つのプロセスからなる.本稿 で以下では素励起としてフォノンを想定する.(1) においては,2個の互いにコヒーレントなレーザー パルスを試料内に入射し,フォノンを励起する場所 に空間的に相互の角度 で交差させかつ時間的にも 一致させて,そこに過渡的な干渉編(グレーティン グ)をつくり出す.この干渉編は強め合った電場で つくられ,それは空間的に で決まる干渉編の間隔 を波長としてもつ定在波として瞬間的(レーザーパ ルスの時間幅の間続く)にフォノンを生じる駆動力 F(q,t)として働く.F(q,t)は

$$F(q,t) = A\delta(t)[\delta(q-q_0) + \delta(q+q_0)]$$
(3)

で近似的に与えられる.ここにAはレーザー光の強度 *I* を含む定数,(*t*),($q-q_0$),($q+q_0$)はそれ ぞれ Dirac のデルタ関数で,(*t*)はレーザーパルス の時間幅が励起するフォノンの振動周期より十分短 いときを,($q-q_0$)と($q+q_0$)は干渉縞の間隔を波 長と見たときの波数ベクトルをもつ駆動力の空間分 布をそれぞれ表している.従って瞬間的な駆動力 *F*(q,t)が加わった *t* = 0 の時刻に定在波動とし $T \pm q_0$ をもつフォノンが励起される.

この励起過程において,励起パルスの交差角をか えて励起する波数ベクトルを指定する.今回の実験 システムの改良点は,光学干渉格子(位相マスク) を導入し,自動的に励起パルスの交差角の設定がな されるようにした点である.このシステムは,後述 のように検出系としてヘテロダイン検波方式に適し ており,励起過程ばかりでなく(2)にも大きな改 良となった.図1にその主要な部分の模式図を示 す.

図1で示した光学干渉格子(P)は,光学シリカ ガラスに半波長の深さの平行溝を溝の幅に等しい間 隔でおよそ1cm²の領域に刻んだもので,透過型グ レーティングの1種である.これにレーザー光を入 射すると,干渉の条件から0次の干渉光(透過光) は干渉し合って消失し,1次以上の回折光が正負の 次数に対応して生じる.それを利用して,光学干渉 格子に入射光が垂直に入射した場合には最大でかつ 等強度の正負1次の回折光から,2つの異なる経路 を進行する互いにコヒーレントな2個の等強度の励 起パルスを得ることが出来る.この2個の励起パル スを集光レンズ(L₁)で平行にして,集光レンズ (L₂)により物質内に入射すると光学干渉格子の実



図1.光学干渉格子(P)を用いたヘテロダイン検波方式の 検出システム.M:ミラー,L:;L2:レンズ,f:;f2:それぞ れのレンズの焦点距離,S:試料,D:検出器,P:光学干渉 格子,A:NDフィルター,pump:ポンプ光,probe:プロ ーブ光,reference:参照光,diffraction:回折光(シグナル 光).

像が試料(S)中に結像され,フォノン励起の駆動 力F(q,t)を与える電場の過渡的干渉縞を自動的に 試料内に形成することが出来る.このとき励起フォ ノンの波数の大きさは,集光レンズの焦点距離と光 学干渉格子の溝間隔の選択によって容易に決めるこ とが出来る.

さらにこの方法の特徴はプローブパルスも光学干 渉格子へ入射すると,励起パルスと同様に2個のコ ヒーレント光に分かれるので,それぞれをヘテロダ イン検波方式における参照光と,過渡的グレーティ ングからの回折により信号光を得るためのプローブ 光とに用いることが出来る.このとき,参照光はプ ローブ光とコヒーレントなので,極めて精度の良い ヘテロダイン検波システムを構成することが出来る. この方法では,シグナル強度1(q_ot)は

$$I(q_0, t) = I_R + I_D + 2\sqrt{I_R I_D} \cos\phi$$
 (3)

で与えられる[3].ここで, IR, ID, はそれぞれ参照 光と回折光(シグナル光)強度で, は両者の電場 の間の位相差である.この式から明らかなように, 参照光強度が増加すると S/N 比が向上する.参照 光強度は,図1に示されている実験システムで示さ れているように ND フィルター(A)によって容易 に調節できるので,光学干渉格子の導入は精度の高 いへテロダイン検出システムを実現できる.さらに, 励起波数ベクトル q₀の選択励起も容易であるので, 本実験方法の簡便化にも大きな効果が期待できる.

4 幾つかの応用例

4.1 強誘電体 KDP のソフトモードの励起

KDP (KH2PO4) は可視光域の光に対して無色透明な結晶で非線形光学定数が大きく SHG 素子などの光学素子として有用である.結晶構造では PO4 基を繋ぐ水素結合が3次元的ネットワークを構成しており,水素結合をもつ強誘電体の代表的な物質として永い研究の歴史をもつ.とくに興味がもたれているのは,その水素結合中の水素(H)を原子量が2倍で電気的には等価な重水素(D)で置換した場合に,相転移温度(Te)が約100K 近く上昇するいわゆる相転移における同位元素効果である.これは水素原子の運動が相転移機構に大きな役割を果たしていることを示唆しているが,詳細はまだ明らかではない.

KDP の問題の歴史的概観を略述する.まず 1968 年 Kaminow と Damen により, 強誘電性 B2 ソフト モードのラマン散乱スペクトルが報告された「41. しかしながらそのスペクトルは相転移温度に向かっ て顕著な温度依存を示すが,室温ですでに振動型と 言うよりもむしろ過減衰型スペクトルの特徴をもっ ていたために議論を呼んだ.その後 1975 年 Peercy が B2 ソフトモードのスペクトルを高圧下で観測し, 圧力の増加と共に過減衰型スペクトルが連続的に通 常の減衰振動型スペクトルへ変化し,振動型スペク トルの特徴であるピークが出現することを報告して KDP の変位型相転移機構の実験的証拠と主張した [5]. これに対して,主に日本を中心とした研究グ ループが理論,実験両面から異議を唱えた.ラマン 散乱スペクトルの精密な測定から Tominaga らは, PO4 イオンが正4 面体ではなく僅かに歪んでおり, それにより固有の永久電気双極子モーメントをも ち,相転移機構はその整列・不整列による緩和型 (秩序・無秩序型)であるとした [6]. さらに Arima らは前述の文献 [5]の結果に対してその圧 力依存性の再現と測定圧力範囲の拡大を行い, さら に散乱角を変えた高圧下ラマン散乱を観測し,前方 散乱の結果から求めたソフトモードの分散関係は強 誘電性相転移から期待されるソフトモードのもので はないこと, つまりブリルアン帯の 点に極小値を もつものではないことを報告した [7]. このように

KDP の問題はラマン散乱分光法スペクトルの解釈 を中心として論争が続いている.

この問題点を解決するためにピコ・フェムト秒時 間分解分光法で,強誘電性ソフトフォノンモード (B2モード)が直接励起されその時間依存性が観測 された[8].この研究は前述のヘテロダイン検波法 が取り入れられる以前に行われた.温度可変型光学 セルを用いて KDP の強誘電性 B2 フォノンが励起さ れて,その時間依存性が温度の関数として観測され た[8,9].図2は相転移点 123K より 1.0K 高温の 常誘電相で観測された B2 モードの時間依存性であ る.



図2.Tc + 1.0K における KDP の B2 ソフトモードの時間依存性.縦軸は回折光強度で任意単位のリニア目盛.inset は縦軸の強度が対数目盛で表示されたもの.

ここで注目されるのは,転移温度近傍 T。+ 1.0K の 温度においては,ソフトモードは図 2 に示されるように,ほとんど指数関数型(緩和型)の時間依存性 を示すことである.このことがラマン散乱スペクト ルをセントラルピーク型にし,その解釈を曖昧なも のにしていたことが明らかに示された.さらにこの B2 モードの時間依存性が,T。まで温度の関数として 観測された.(図3)



図3.KDPの常誘電相におけるいくつかの温度でのB2モー ドの時間依存性.(a)T_c + 20.9K,(b)T_c + 7.3K,(c) T_c + 2.2K,(d)T_c + 1.0K.

その結果,KDPにおいて励起された B2 モードには T. 直上まで明確な指数関数的時間依存性が観測された.これは相転移をになう素励起が緩和型の時間 依存性をもつことであり,図3 では相転移に近づく に伴い緩和時間が長くなる臨界緩和が示されてい る.実際,ここで示された時間依存性は,単一緩和 時間を持つ指数関数で良くフイットされ,その緩和 時間 を温度の関数として求めることが出来た.B2 モードは強誘電性モードであるので,この緩和時間

は分極緩和時間になる.図4は,こうして B2 モ ードの時間依存性から直接求められた KDP の緩和 時間 と,同位元素効果を調べるために KDP 結晶 中の水素原子を90%重水素に置換した DKDP につ いて同様にして得られた の温度依存性を示す.こ のように従来は誘電分散の観測から低振動数で測ら れていた分極緩和時間が,強誘電性モードの時間依 存性から直接求められるようになったのも本実験方 法の成果の一つである.



図4.分極緩和時間の温度依存性.()KDP,()DKDP. 縦軸は分極緩和時間の逆数,横軸は転移温度からの温度差.

しかしながら,まだ問題は完全に解決されたとは 言えない.ラマン散乱スペクトルで示されているよ うに,このモードは振動数に比べて十分大きな減衰 定数をもつ振動子型としても極限的にその指数型時 間減衰を解釈できる.この問題の解決のためには, 現在より時間分解能の高い,つまり時間幅のより狭 い励起パルスを用いて,励起ソフトモードの立ち上 がりを調べる必要がある.この点を明らかにするこ とで,問題の最終的な段階になると思われるが,そ のあたりで予想されることは,ソフトモード描像の 再検討である.それは今後の相転移の研究に新しい 段階をもたらす可能性がある.

4.2 強誘電体 LiNbO₃ のフォノン - ポラリトン分散 関係

強誘電体 LiNbO₃ もまた非線形光学材料として多 用されている重要な電子材料のひとつである.この 結晶は室温において強誘電性をもつので,全対称 A₁ 光学フォノンは波数ベクトルの小さい領域で光の振 動数がフォノンの振動数に近づくと互いの振動が混 成して,フォノン - ポラリトン状態をつくる.それ は光の振動数が波数に比例するため,小波数領域に おいてフォノンの振動数に近づくところが必ずある ために起きる現象で,広く強誘電体において観測さ れている.この現象もラマン散乱分光法により研究 されてきたが,低い周波数領域が観測に重要である 点で,相転移におけるソフトモードスペクトルの検 出の場合と同じ事情が生じ,強大な弾性・準弾性ス ペクトル成分からいかにポラリトンスペクトル成分 を分離して観測するかに多大な努力が払われてき た.たとえば,I2セルを用いて,光源としてのアル ゴンレーザーの弾性光成分を吸収する方法なども用 いられたが,I2の吸収ピークが複雑に存在してスペ クトルの形をひずませるために数値的な補正が必要 であった.このような場合にも,波数ベクトルを選 択してフォノンを励起できる,つまり波数ベクトル 分解能に優れた本実験方法は極めて有利である.

この場合には波数依存性が測定対象なので,励起 パルスの交差角を変えながらそれぞれの角度での波 数ペクトルをもつフォノン - ポラリトンを励起しそ の時間依存性を観測することになる.幾つかのグル ープによるフォノン - ポラリトンの分散関係(周波 数の波数依存性)の測定が報告されており,いずれ もラマン散乱分光法による結果に比べて格段に優れ た精度の分散関係が明らかになっていた.それらは, いずれも単純な分散関係であった.ところが1992 年 Bakker らによって,LiNbO3の興味深いフォノ ン - ポラリトン分散関係が報告された[10].

それは,約5THz以下の振動数領域に数個の共鳴 点をもつ複雑な分散関係であった.これは,従来知 られていた最低振動数の光学フォノンよりもさらに 低い振動数状態が存在することを意味し、その解釈 として Li の位置におけるポテンシャルの非線形性 が結論され,ポテンシャル曲線の非線形項も定量的 に与えられた.この結果は,Liのサイトにおけるポ テンシャルの詳細を与える,重要な物性情報であり 機能材料の設計などに有用である.従ってその結果 の確認は重要であり,なぜ従来のラマン散乱分光法 ではそれが検出できなかったのかも興味深く思われ る.従って,我々は本実験方法に前述の改良を加え て, LiNbO3のフォノン - ポラリトン分散関係を観 測した[11]. その結果は図 5 に示すように,従来 のラマン散乱等の実験結果と一致するものであっ た.



図5 LiNbOsのA1フォノン - ボラリトン分散関係 . 図1 に 示された光学干渉格子を用いて改良されたヘテロダイン実験 システムを用いた.点線とその上の数字は文献[10]で報告 され共鳴振動数[TH2]を示す.

この結果,図5からも明らかなように文献[10]で 報告された共鳴点は存在せず,フォノン-ポラリト ン分散関係は従来のラマン散乱による結果と一致す る単純なものであった.従ってこの研究により文献 [10]の結果は何らかの実験上の原因によるもので あることが結論された.さらに積極的にこの結論を 確認するために,文献[10]の実験条件と類似の条 件を設定して,フォノン-ポラリトンからの回折光強 度を観測すると,図6のようになり,ある条件の下 ではあたかも2種類の振動が同一の波数ベクトルの もとに存在しているかのような時間依存性が観測さ れることがわかった[11].図6にその一例を示す.



図6 LiNbO₃のA1フォノン - ポラリトンのビートを持つ時 間依存性.inset はそのフーリエ変換から得られた二種類の 振動数の存在に対応する振動数スペクトル.

図6において,そのフーリエ変換の二つのピークが 示すように,振動数成分は明らかに2種類あり,単 一の波数ベクトルに2本の分散曲線が対応している ように見える.つまりこの波数ベクトルの値に対し て分散関係における共鳴反発が存在するとみなしう る結果が得られた.したがって,本研究結果によ り,文献[10]によって報告されたLiNbO3の分散 関係における多数の共鳴点は何らかの実験上の理由 によるものであり,物質としては単純なフォノン-ポラリトン分散関係を持つものであることが再確認 された.

4.3 ソルビトールのガラス転移

ピコ秒領域の時間分解能をもつ本実験システム は,これまで述べた結晶におけるフォノンあるいは フォノン - ポラリトンの励起の場合に比べて遅い時 定数をもつ密度ゆらぎ励起状態の研究にも適してい る、特に、液体ーガラス転移におけるスローダイナ ミクスには前述のように遅い運動ほど検出に有利で ある本実験方法が適している.この現象を光散乱分 光法で研究するには,極めて高い分解能が必要にな る、ソルビトール(HOCH4(CHOH)CH2OH)は6 個の炭素原子が直鎖を構成している低分子アルコー ルで, 融点 370K 以上では液体である. この物質は 融点以下の室温において比較的安定な過冷却液体で 存在しうるので, 急冷することで容易に 266K あた リでガラス状態に転移する.ガラス状態では分子間 の相関が増大し,例えば粘性係数は液体状態の値に 比べ数桁の増加を示す.このような状態におけるダ イナミクスの全貌をとらえるには,数桁に及ぶ広い ダイナミックレンジにわたる測定が必要である.ガ ラス転移のダイナミクスとして解明すべきことは, ガラス状態として中距離相関をもつネットワークが どのようにして短距離相関のみをもつ液体状態から 形成されるかという点にある.構造緩和あるいは 緩和と呼ばれるこのダイナミクスにおいては密度の ゆらぎが重要な役割を果たす.

ソルビトールはガラス化温度が室温に近く, 良質 の試料が手に入りやすいので液体 - ガラス転移のス ローダイナミクスの実験に適しているばかりでなく, そのガラス状態への転移の過程においてネットワー ク構造を形成していく構造緩和過程の緩和時間が観 測しやすい領域にある.この研究では二種類の光学 異性体のうち D - ソルビトールを用い,約380Kの 液体状態からスタートしてガラス点へ向かっている. 前述の結晶においてフォノンを励起した例に対し て,この場合は励起パルスのエネルギーがソルビト ール分子中の水素結合に吸収され,それが熱に変わ ることで干渉編に対応して熱膨張した領域が形成さ れる.これにより構成された粗密の密度分布から生 成された密度波が,励起パルスの交差角で与えられ た波数ベクトルをもって励起され,その時間発展が 観測された[12].図7(a),(b)は励起された2 個の異なる波数ベクトルをもつ密度波からのプロー プ光の回折光強度の時間依存性である.



図7. D - ソルビトールの異なる波数ベクトル q_1 , q_2 をもつ密度波の時間依存性.(a) q_1 = 1.3x10⁴cm⁻¹, (b) q_2 = 9.4x10²cm⁻¹. 波数ベクトルの大きさの違いによって横軸の時間スケールが大きく異なる.

その結果,図8に示すように緩和時間が極大をもつ 温度が波数ベクトルに強く依存していることが明ら かになった[12].この結果は,ガラス状態の形成 過程において密度のゆらぎが波数ベクトルに依存し た緩和時間を持ち,ガラス転移に向かうにつれて, 長波長のゆらぎが成長することを示唆している.こ の機構で,ガラス転移は無限大の波長を持つ密度ゆ らぎの緩和時間が発散するときに生じると理解でき る.この研究によりガラス状態の形成過程の動的機 構に対して一歩進んだ詳細な過程が明らかになっ た.



図8.波数ベクトル_{q1},_{q2}における密度ゆらぎの緩和時間の 温度依存性.横軸は絶対温度Tでガラス転移温度Tgを割っ たもの.

5 おわりに

ここまで主に相転移物性研究分野で行っている研 究の中で,特に超短パルスレーザーを用いた時間分 解分光法による研究成果のうちから3点を選んで解 説した.このほかにも,当研究分野ではラマン散 乱,プリルアン散乱などの周波数分光法を用いた研 究も続けている.それらは水素結合中のプロトンの 運動を分子内部振動のスペクトルから検出したり, ダイマーモードのダイナミクスが起こす相転移や量 子ゆらぎが関与した相転移の研究に成果をあげてい るが,ここでは割愛した.これらの光散乱分光法 は,高い振動数の領域における励起状態に対しては 依然として有効な方法である.このような,時間に 関する方法と振動数に関する方法を総合的に組み合 わせて,相転移のダイナミクスの解明を進めるのが 当研究分野の特徴である.

[参考文献]

- [1] 戸田盛和,久保亮五編統計物理学(岩波講座, 現代物理学の基礎(第2版)5)岩波書店 (1978).
- [2] L.Dhar, J.A.Rogers and K.A.Nelson, Chem.Phys. 94,157(1994).
- [3] A.A.Maznev, K.A.Nelson and J.A.Rogers, Opt.Lett. 23,1319(1998).
- [4] I.P.Kaminow and T.C.Damen, Phys.Rev.Lett. 20,1103(1968).
- [5] P.S.Peercy, Phys.Rev. B12, 2725(1975).
- [6] Y.Tominaga and M.Tokunagae, Ferroelectrics Lett.,44,265(1983).
- [7] T.Yagi, M.Arima and A.Sakai, J.Phys.Soc.Jpn., 59, 1430

(1990).

- [8] S.Yoshioka, Y.Tsujimi and T.Yagi, J.Phys.Soc.Jpn., 67, 377(1998).
- [9] S.Yoshioka, Y.Tsujimi and T.Yagi, Solid State Commun., 106,577 (1998).
- [10]H.J.Bakker, S.Hunsche and H.Kurz, Phys.Rev. B 50, 914 (1994).
- [11] T.Watanuki, S.Yoshioka, M.Kasahara, K.A.Nelson, T. F.Crimmins and T.Yagi, J.Korean Phys.Soc.34 S1400 (1999).
- [12]M.Kobayashi, Y.Tsujimi and T.Yagi, J.Korean Phys.Soc.34 S1331 (1999).

分子性導体から分子デバイスへ - 分子プログラム法の開拓

有機電子材料研究分野 芥川智行,長谷川達生,中村貴義

1 **はじめ**に

分子デバイスは,個々の機能を持つ分子あるいは 分子集合体が空間的に制御されて配列し,それらの 間が何らかの相互作用を通じてinter-connect するこ とにより形成される.さらに,これら分子,分子集 合体の協同的な相互作用により,様々な融合機能が 発現される.従って分子デバイスにおいては,シリ コンテクノロジーに代表されるような,微細加工に よるトップダウンの方法論によるデバイス構築は困 難であり,現在盛んに研究されている分子マニュピ レーション法を以てしても,デバイス生産性などの 点で多くの困難を伴う.

一方,究極の分子機械である生体においては,分 子が自己集積してナノストラクチャを形成し,さら にその超分子集合体が集積して,細胞,組織,さら には個体が形成し,結果として高度な機能を発現し ている.分子デバイスにおいても,この様なボトム アップの方法論によるアーキテクチャの構築を考え るべき段階に来ている.

我々は,あらかじめ分子を設計し,分子間の認識 部位を分子自身に導入しておくことで(分子プログ ラム),外部からの最小限のコントロールにより, 望む分子の相対配置(デバイスアーキテクチャ)を メゾスコピック領域において実現するための,分子 プログラム法を提案している.メゾスコピック領域 において,個々の機能性分子を自己集積させること により,分子デバイスの基本となる複雑なアーキテ クチャーを容易に構築する方法を確立し,さらにそ の高度に秩序だった組織体における,分子あるいは 分子集合体間の協同的な相互作用に基づく複合的な 光・電子機能を開拓し,分子デバイス実現への道程 を明らかにすることが本研究分野の目標である.

本稿では,構造-機能相関に最も有利な単結晶状態において分子プログラム法の開拓を行った結果について述べる.結晶においては,超分子アーキテクチャは自己集積により形成されるが,結晶内におけ

る分子配列制御さらにはその結果生ずる機能を制御 するために,十分な分子設計すなわち分子プログラ ムが必要である.本研究においては,結晶内での分 子間の 電子相互作用により大きく物性を変化させ る分子性物質を用い,さらに超分子化学的な立場か ら分子性物質およびその対成分を修飾することを通 じて,新奇な構造および物性を有する分子性結晶を 得た.以下,今回用いた2種類の分子性物質(Ni (dmit),マクロサイクリックTTF)について,これ までに得られた結果を紹介する.

2 超分子カチオンを含む Ní(dmit) 錯体

[Ni(dmit)]は電気伝導性錯体を与えるアクセプ ターであり, 高導電性の結晶, さらには超伝導体を 与えることから注目されている . 結晶内では , 「Ni (dmit)]が形成する伝導バンド内の電子の電荷を中 和するためにカウンターカチオンが必須であるが、 通常はアルキルアンモニウムや無機カチオンなどが 用いられる.これらの閉殻カチオンは結晶内に周期 的なポテンシャルを形成するが,基本的に伝導物性 等への積極的な寄与はない.最近我々は,クラウン エーテルなどのポリエーテル化合物を利用して,結 晶内に超分子カチオン構造を構築することが可能で あることを見いだした.クラウンエーテルの大きさ や,カチオンとして用いるアルカリ金属あるいはア ルカリ土類金属の種類により,様々な超分子カチオ ン構造が結晶内に形成される.たとえば,クラウン エーテルが結晶内に一次元的にスタックし,イオン チャンネル構造が導電性分子結晶の中に自己集積化 **する**. クラウンエーテルとして 12-crown-4, 15crown-5, 18-crown-6 を用いているが, これらの形 成する超分子構造について,以下に詳述する.ま た,得られた結晶の電気物性を,超分子カチオン構 造内のイオンを通じて制御する可能性についても触 れる.



図 1 クラウンエーテル包接イオン -[Ni(dmit))の分子構造

2.1 12-crown-4 塩

12-crown-4 は種々のアルカリ金属カチオンととも に,超分子構造を与える.代表的なものとして, Li + 2(12-crown-4)[Ni(dmit)](acetoene)の超分 子構造を図 2 に示す.結晶は [Ni(dmit)]の導電 シートと超分子カチオンから形成され,超分子カチ オンLi⁺ (12-crown-4)は dimeric pentacoordinated cavity という特異な構造を有している. また,[Ni (dmit)]は4 量体構造からなっており,結果として 半導体的な電気伝導を与える (RT = 30S/cm). ま た, 5.8kbar の加圧により, 導電挙動に変化が生ず ることが判明している.12-crown-4 を含む塩につい てはこのほかにナトリウム,カリウム,ルビジウム およびアンモニウムをカウンターカチオンとするも のについて得られている、アルカリ金属イオンの塩 は, 12-crown-4 のキャビティがイオン半径よりも小 さいことを反映して,超分子カチオンはサンドイッ チ構造を有している.一方,アンモニウムの場合は, ピラミッド構造をとる.超分子カチオンの構造につ いての詳細な検討および電子物性についての検討を 現在行っているところである.



図2 超分子イオン Li *2(12-crown-4)の構造

2.2 15-crown-5 塩

Li*と15-crown-5を用いることにより,Li*06 (15-crown-5)[Ni(dmit)](H2O)の組成を持つ結 晶が得られる.結晶構造を図3に示す.クラウンエ ーテルの均一なスタックにより,イオンチャンネル 構造が形成している.Li*はクラウンエーテル環の 上下にサイトを有し,錯体の組成からサイトの占有 率は30%である.このことは,Li*がイオンチャン ネル内で複数のサイトをとりうる,換言すれば移動 できるということを意味している.実際に電子プロ ック法による測定から結晶内でのイオン伝導が示唆 されている.一方,[Ni(dmit)]は均一なスタック がladder状に配列した特異な構造を形成する.本系 のスピンラダーとしての評価はまだ行っていないが, 均一なスタックを反映して RT = 240S/cm と,高伝 導性を示す.



図3.Li⁺0.6(15-crown-5]Ni(dmit)](H2O)の結晶構造

2.3 18-crown-6 塩

18-crown-6 を含む塩については,多形も含めて9 種類の結晶が得られた.結果をまとめて表に示す. 結晶構造は超分子カチオンの構造から互いに同型で ある3種類(type))に分類することが可能で ある.

Composition	Solvent	RT/Scm ⁻¹	Crystal type
Li *(18-crown-6)[Ni(dmit) ₂] ₃ (H ₂ O)(CH ₃ CN) _{0.5}	CH ₃ CN	0.04	Ι
Li ⁺ x(18-crown-6) [Ni(dmit) ₂] ₂	CH ₃ CN-acetone	11.2	III
Na *(18-crown-6)[Ni(dmit)2]3(H2O)0.5(CH3CN)	CH ₃ CN	0.06	Ι
Na ⁺ 0.7(18-crown-6) [Ni(dmit) ₂] ₂	CH ₃ CN-acetone	12.0	III
K *(18-crown-6) [Ni(dmit) ₂] ₃	CH ₃ CN	0.08	II
Rb *(18-crown-6) [Ni(dmit) ₂] ₃	CH ₃ CN	0.2	II
Cs ⁺ 0.8(18-crown-6) [Ni(dmit) ₂] ₂	CH ₃ CN	17.0	III
NH4 * (18-crown-6) [Ni(dmit)2]3	CH ₃ CN	0.40	II
NH4 ⁺ 0.7 (18-crown-6) [Ni(dmit)2]2	CH ₃ CN-H ₂ O	30.0	III

Table. 1 Ni(dmit)₂ Salts with 18-Crown-6 Supramolecular Cations

この中で、type-III の結晶はイオンチャンネル構造 を有する(図4).イオンチャンネルの構造はカチオ ンの種類によりわずかに異なるが,いずれの場合も 結晶中のカチオンの数はクラウンエーテルの数より 少なく,非化学量論的である.これら結晶の電気伝 導度の温度依存性を測定したところ,いずれの場合 も,室温付近では温度に殆ど依存しない電気伝導性 を示すにもかかわらず,最終的には低温ですべて半 導体に転移した.このような導電挙動は,同様にイ オンチャンネル構造を持つLi*(15-crown-5)塩で も観測された.一つの可能性として,低温でイオン チャンネル内のイオンの運動がfreezeするため, [Ni(dmit)]が形成する擬一次元的な電子系に対 するピニングポテンシャルとして働き,低温での絶 縁化の原因となっているものと考えられる.

また,非化学量論的なイオンの量それ自体も制御 可能であることが判明した.たとえば,Cs塩では



図 4 Cs⁺0.3(18-crown-6] Ni(dmit) (Type)の結晶構造

18-crown-6 の2 分子に対し, Cs の個数を 0.75 付近 で変化させることが可能であり,組成に対応して, 電気物性が大きく変化することがわかった.今後こ の系を用いてバンドフィリング制御の可能性を追求 する予定である.なお,18-crown-6 と同数の酸素原 子を有する直鎖ポリエーテル,pentaethyleneglycol を用いても,type-II に類似した結晶が得られること が判明している.

2.4 超分子カチオンを利用した金属錯体の配列制御

以上述べた結晶は電解法により作製しており,結 果として [Ni(dmit)]が部分電荷移動状態になっ ている.この場合,バンド形成によるエネルギー利 得のため [Ni(dmit)]はスタック構造をとりやす い.一方, [Ni(dmit)]イオンは大きな on-site Coulomb 反発により電気伝導体を与えないが,常磁 性であり,結晶内の配列状態に対応し,興味深い磁 性を与える可能性がある.しかも,スタック構造を とることによるエネルギー利得がないため,多様な 結晶構造をとる可能性がある.

そこで, 我々はこれまで殆ど用いられることの無 かった2価のカチオンをカウンターカチオンに用い, さらにポリエーテルによる超分子イオン構造の導入 により,新規な[N(dmit)]結晶を作製することを試 みた.その結果,図5に示す様に[N(dmit)]自体 がチャンネル構造を形成する,特異な結晶 Ca²⁺ (diaza-18-crown-6]N(dmit)](CH₃CN)が得られ ることが判明した.今後,他のクラウンエーテルさ らには3価の金属等を用いて特異な構造を有する塩 を合成する予定である.また,アルカリ土類金属等 の代わりに遷移金属イオン等を用い,特異な磁性を 有する系の構築を目指すこととしている.



図5 Ca² (diaza-18-crown-6] Ni(dmit)](CH₃CN)の構造

3 **マクロサイクリックTTF**

超分子化学的な立場から,拡張 電子系大環状 化合物を用いて分子集合体を構築し,併せて,超分 子系のフレキシビリティを利用した 電子相互作用 ひいては 電子系集合体の物性制御を行うことを目 標に研究を進めた.具体的には下記のようなマクロ サイクリック TTF 誘導体を用いた.



図6 マクロサイクリックTTF分子の構造

この様な分子から期待できることは, マクロサ イクリック部位のフレキシビリティに基づく TTF 部 位の多様な配向・配列の実現 マクロサイクリック 部位への金属イオンの包接 マクロサイクリック部 位のスタックによるイオンチャンネルなどのカチオ ン場の形成などである.これらの特徴を生かした分 子設計・結晶設計を行い,特異な機能物性を発現す る 電子系集合体を構築すると共に,超分子系の柔 らかさを利用した機能制御を行うことが本研究の目 的である.

現在はまず, このようなマクロサイクリック TTF 分子が開設電子構造を持ったときに,結晶内でどの ような配列をとるかを中心に検討している.このよ うな分子では,複数の TTF 部位がフレキシブルな **環に結合しているため**, マクロサイクリック TTF 誘 導体は, 立体的な制約により, 結晶化の過程で特異 な配列配向状態を持つ筈である.後に述べるが,実 際に得られた分子配列・構造は特異であり、孤立分 子を用いてこのような配列を結晶内で達成するのは 困難である.これらのデータを集積し,その結果を 用いて分子設計を行い,中性およびラジカルカチオ ン塩の結晶内での種々の配列状態を実現させること ができれば,結晶内で3次元的な相互作用を有する 分子性導体や,高い非線形光学特性を有する部分電 荷移動錯体など,特異な電子機能,光機能をもつ物 質系が得られるものと考えられる.

3.1 マクロサイクリックビス TTF

この分子については,n = 2 (24 員環) および n = 3 (30 員環) の分子を用いて,有機アクセプタ ーとの電荷移動錯体結晶を作製することができた. 結晶中で TTF 単位は完全電荷移動状態すなわち1 価のイオン状態になっていた.TTF が1 価のカチオ ンラジカル状態にあると分子内ダイマーを形成しや すいが,その TTF 間の重なりは,環の大きさを変 化させることにより制御可能である.図7 に 24 員 環のマクロサイクリック TTF のジラジカルカチオン と 30 員環のものとを比較した.24 員環のものは, 環が小さいために TTF がスプリットした形状の分子 内ダイマーを生成することがわかる.よって,マク



図7 結晶中でのジカチオンのコンホメーション.左:24 員環,右:30員環分子

ロサイクリック TTF を用いることにより,結晶内での TTF 分子の配列状態を規制できることが明らかとなった.

3.2 **マクロサイクリックトリス** TTF

図6に示した分子2を用いて,閉殻のアニオンと の錯体を合成した。I。錯体の構造を図8に示す.ビ ス体と比較してかなり複雑な構造をとっていること がわかる.結晶内で分子の持つ3回対称軸は失われ ており,1つのモノマーユニットと1つのダイマー ユニットから分子が形成されている.さらにダイマ ーユニットは隣の分子と相互作用を持ち,結晶内で テトラマーユニットが形成されている.

マクロサイクリック TTF に対し, Ia・は1 個存在 するため, 分子内に1 個の正電荷が分布している. IR 等の詳細な検討から, 電荷は図中の B ユニット に局在しており, 分子間でカチオンラジカル部分が ダイマーを形成していることになる.

分子内でダイマーユニットが作る平面とモノマー ユニットが作る平面は直交しており,モノマーユニ ットは電子構造的には独立している.一方,ダイマ ーユニットは先に述べたように分子間でテトラマー を形成している.このように複雑な構造は,TTF誘 導体のモノマーを用いては到底達成できない構造で ある.電子機能的には,テトラマーユニットが孤立 しているために,高導電性等は期待できないが,固 体内で分子集合体やモノマーが孤立し,かつ近い位 置にありエネルギー移動の可能性を残している系 は,植物の光合成中心などにみられることから,固 体内での高速のエネルギー移動や電子移動を研究す るモデル系として,本系は今後発展の余地が大いに あるものと期待している.



図8 2のIa 錯体の結晶構造

4 結論

電子系化合物である a) ジチオレン系金属錯体, b)マクロサイクリック TTF を用い,特異な構造を もつ分子性単結を得るとともに,導電性等の物性を 明らかにすることができた.今後は,対イオンにイ オン伝導性,磁性などを担わせ,それらが固体状態 で発現する機能を評価すること,あるいは,対イオ ンが発現する機能と, 電子系が発現する導電機能 との間の協同的な相互作用に基づく新規機能(スイ ッチングなど)を開拓することを目標に研究を進め る予定である.これらの結果から,機能発現のため の分子設計指針を得て,さらに高機能な分子集合体 を構築し,分子プログラム法を用いての分子デバイ ス実現への道程を明らかして行きたい.

[参考文献]

- [1] T. Akutagawa, T. Nakamura, T. Inabe and A. E. Underhill; J. Mater. Chem., 7, 183-185 (1997).
- [2] T. Akutagawa, T. Nakamura, T. Inabe and A. E. Underhill; Synthetic Metals, 86, 1861-1862 (1997)
- [3] T. Akutagawa, Y. Nezu, Y. Abe, T. Nakamura, A. Yamanaka, K. Inoue, T. Inabe, C. A. Christensen, J. Becher; *Inorg. Chem.*, 37, 2330-2331 (1998).
- [4] T. Nakamura, T. Akutagawa, K. Honda, A. E. Underhill, A. T. Coomber and R. H. Friend; *Nature*, 394, 159-161 (1998).
- [5] T. Akutagawa, T. Nakamura, T. Inabe and A. E. Underhill; *Thin Sold Films*, 331, 264-271 (1998).

- [6] T. Akutagawa, Y. Nezu, T. Hasegawa, K. Sugiura, T. Nakamura, T. Inabe, Y. Sakata and A. E. Underhill; *J. Chem. Soc. Chem. Commun.*, 2599-2600 (1998).
- [7] N. Robertson, S. Roehrs, T. Akutagawa, T. Nakamura and A. E. Underhill; J. Chem. Res., 54-55 (1999).
- [8] N. Robertson, T. Akutagawa, T. Nakamura, S. Roehrs and A. E. Underhill; *J. Mater. Chem.*, 9, 1233-1236 (1999).
- [9] T. Akutagawa, T. Hasegawa, T. Nakamura, T. Inabe, K. Sugiura, Y. Sakata and A. E. Underhill; *Synthetic Metals*, 102, 1747-1748 (1999).

ワイドギャップ半導体量子ドットの自己形成と フォトニック・ドットの選択成長 - 光・電子系の量子制御に向けて -

光材料研究分野末宗幾夫,上田章雄,俵 毅彦

電子場,光場ともに3次元的に量子閉じこめした状態を実現すれば,離散的な準位間の光・電子相 互作用をより純粋な形で観測できる可能性も広がり,自然放出レートの変調,コヒーレントな自然放 出光発生,ラビ分裂など,物質からの自然放出過程を大きく変化させ,物理の探究,将来への新たな 応用展開が可能となる.このような方向に向けて我々が取り組んでいる,電子場,光場それぞれの3 次元量子構造である量子ドット,フォトニック・ドットの研究について紹介する.

1 **はじめ**に

これまで物質からの発光過程を制御する試みは共 振器量子電気力学 (Cavity QED) 効果と呼ばれ, 活発に研究されてきている[1]. 通常,光場は連続 的なモード密度を持つが, 共振器構造によって光モ ードを離散化し,電子系の均一広がりより十分モー ド間隔を大きくすることによって,自然放出過程に おける遷移レートを増大することができる[2]. -方電子系も半導体量子ドットの形成により,少なく とも低温においては数 10 µ eV のような非常に小さ な均一広がり線幅が観測されるようになってきてい る.従って単振動子としての光・電子相互作用を直 接観測できる可能性も広がってきており,このよう な遷移レートの増大,また光・電子強結合系におけ るラビ分裂,多体効果などをより純粋な状態で観測 できると期待される、以下では、このような研究に おいてワイドギャップ半導体に期待される役割につ いて議論し,こうした「新しい展開」を目指して 我々のグループで進めている研究の現状について紹 介する.

2 微小光共振器の構成

これまで検討されてきた微小光共振器の例を図1 に示す.上下の分布反射ミラー(DBR)で構成された1次元微小光共振器(Microcavity)では励起子 ポラリトンの検討が進んでいるが,横方向のモード Microcavity Microparticle Microdisc Pillar Pyramid



図1 微小光共振器の構成例

分布は連続的なモード密度を持つため,自然放出レートの制御は理論的にも3倍程度と限定されたものになる[3].

微粒子 (Microparicle) やマイクロディスク (Microdisc) では内壁の全反射を繰り返す Whispering-Gallery (WG) モードにより,高いQ 値を持つ光共振モードが観測されている[1,4,5]. 一方でこの場合には全反射を用いるため,どのよう に光を外に取り出すかに工夫を要する.

柱状構造 (Pillar) は Microcavity 構造をドライエ ッチング等により細い Pillar 構造に加工したもので, 上下の DBR と横方向の空気との屈折率差によって 光場を3次元的に閉じこめている[6]. このような 構造で自然放出スペクトルの変調,遷移レートの増 大が観測されている[7,8].この構造は光場の3 次元量子化と光の取り出しをうまく整合させてい る.ただ横方向の量子化をするために Pillar のサイ ズを小さくしていくと,構造安定性,ドライエッチ ングによる非発光再結合の増加が懸念される.この ような表面損傷を押さえる観点からは,表面が結晶 面によって自然形成される半導体の選択成長技術が 有効と思われる.最近選択成長したピラミッド構造 において,光共振モードが観測されている[9,10]. このような Pillar やピラミッドでは光場が3次元的 に量子閉じこめされており,バルク半導体に対して 電子系の3次元量子閉じこめ系を量子ドットと呼ぶ ことと対応させれば,フォトニック・クリスタルに 対してこうした光場の3次元量子閉じこめ系をフォ トニック・ドットと呼ぶことができる.

3 ワイドギャップ半導体の果たす 役割と期待される新機能

図1の3次元微小光共振器のうち Microparticle は主にポリマーを中心として, また Microdisc, Pillar は GaAs, InP 系 III-V 族化合物半導体を中心 として研究が進んできている.よく知られているよ うに,励起子束縛エネルギーの大きい II-VI族,窒 化物などワイドギャップ半導体におけるより大きな 振動子強度を用いることができれば、電子系本来の 遷移レートが大きいため,光場の量子化による遷移 レートの増大と併せて,自然放出過程の高速化が期 待できる.従って,近い将来にこのような微小光共 振器,特にフォトニック・ドットが,電流注入可能 な半導体系で構成できれば,前述の物理現象の解明 だけでなく, コヒーレンスを持つ高速 LED (しきい 値のないレーザ)の実現が期待される.各種の光イ ンターコネクションに面発光源の集積が検討されて いるが,その集積度が増すにつれて特性をそろえる 観点からしきい値のあるレーザの集積は困難とな る、しきい値のないレーザができれば、こうした課 題解決へのシーズを提供することができる.また単 ーモードの LED が実現できれば,光子量子コンピ ューテイング[11]用のコヒーレント半導体光源を 提供することもできる.

また短波長光源は収束した光スポットサイズを小 さくできるだけでなく,Si,GaAsなどの吸収係数 の大きな領域で使うことができ,将来光検出器の微 細化,集積化にも寄与する可能性がある.例えば吸 収係数が10⁴cm⁻¹程度では光をほぼ100%吸収す るには数µmの厚さが必要であるが,短波長光源 を使って10⁵cm⁻¹程度に吸収係数を増大させれば数 100nmの厚さで済む.従って,短波長光源の波長 と検出器の組み合わせをパワー変換量子効率も考慮 して最適化することができる. 以下では我々の進めている II-VI 族化合物半導体 である ZnS 系を用いた選択成長によるピラミッド (フォトニック・ドット)の作製と,発光層として の ZnSe 量子ドットの研究を中心に述べる.

4 ピラミッド型フォトニック・ドット

4.1 選択成長による ZnS ピラミッドの作製

光波長程度の小さなフォトニック・ドットを作製 する方法として,我々は選択成長の研究を進めてい る[12].これは薄膜の成長を期待する部分を除い て表面をマスクで覆い,マスクのない部分のみに光 構造を作製する方法で、いったん半導体膜を作製し た後にエッチングして3次元構造を作り上げる通常 の方法に比べて,表面が結晶成長過程で自然に形成 されるために欠陥の生成が少ない特微がある.具体 的には(001)結晶表面を持つ GaAs 基板を用い, その表面に走査型電子顕微鏡 (SEM)の電子ビー ムを走査することによりマスクを形成する.通常 SEM の中は真空度~ 10 * Torr 位であり, 真空排気 用の油微粒子が若干残留している.GaAs 表面にこ れら微粒子が吸着しているときに電子ビームを照射 すると, 微粒子が分解され, カーボン系の薄膜が GaAs 表面に堆積することになる.このようなカー ボン系薄膜はわずか~ 2nm の厚さ形成するだけで, 選択成長のよいマスクになる。

図 2 にこのようにして選択成長した ZnS ピラミッ ドを示す [13].0.8 µ mx0.8 µ m の正方形マスク 開口を,その辺が < 100 > 結晶軸方向に向くように 位置あわせすると,選択成長した ZnS の側面は, GaAs 基板の (001) 表面から 37 °の角度に向いた



図2 選択成長により作製した ZnS ピラミッドの一つの AFM 観察像.斜面は模式的に示したように {034} 面から なっている.

等価な4つの{034}結晶面からなる.これはエジ プトのピラミッドをマイクロメータサイズに小さく した形になっている.

4.2 ZnS ピラミッドの光学評価:フォトニック・ ドットとしての機能

顕微鏡を用いたマイクロフォトルミネッセンス測 **定系で**, まず GaAs 基板上に厚さ 0.45 µ m の ZnS 膜を形成した試料について,反射スペクトルを測定 した結果を図 3 に示す.図の反射率の変化は ZnS 膜中の多重反射によるものである.一方図2の試料 は1.8 µ m 間隔にピラミッドが作製されているが, ピラミッドに垂直に入射・反射する光に対してオリ フィスを挿入し,この表面でプローブする領域を直 径~2 µ m に絞って測定した光学反射特性を図4 に示す.この場合ほぼZnS ピラミッド1個の反射特 性を測定していることになる. 図で観測されるよう なシャープな構造は, GaAs 基板のみ, さらに~ 2nm 厚のカーボン膜だけでは観測されない.図の三 角印は,このようなピラミッド構造を等価な方形構 造で近似し,光の共鳴波長を計算したものである [9]. 近似計算ではあるが, 観測された反射率の低 下する波長位置をほぼ説明できることがわかる.図 の計算された共振モード番号と主な観測共振ピーク との関係から, ZnS から GaAs 界面により大きな入 射角度で入射する場合に相当するモードが顕著に観 測されていることがわかる.これはこのような入射 によって ZnS/GaAs 界面からの反射率が大きくな り, GaAs での吸収損失が減少するためと解釈でき



図3 GaAs 基板上に作製した厚さ 0.45 µ m の ZnS 膜につ いて測定した反射スペクトル.多重反射による緩やかなスペ クトル変化が観測される.

る.従って,これらのディップはZnS ピラミッドに 3次元的に閉じ込められたモードによる共鳴吸収と して理解できる.言い換えれば,作製したピラミッ ドが光を3次元的に閉じ込めるフォトニック・ドッ トとして機能していることを示している.



図4 一つの ZnS ピラミッドをプローブした場合の光反射スペクトル.それぞれのくぼみは,この構造について計算した 光共振波長によってほぼ説明でき,共鳴吸収によると考えられる.その共振Q値は165 - 330程度と見積もられる.

5 ZnSe **系量子ドット**

5.1 フォトニック・ドットにおける量子ドットの果 たす役割

前節で示したフォトニック・ドットはまだ完全な 単一モードにはなっていないが,発光スペクトル内 に光共振モードがただ一つ存在する状態が実現でき れば,擬似的には単一モードの光共振器と同じよう に働く.このような状態を実現するにはさらに小さ なピラミッドを作製する必要がある.このようなフ ォトニック・ドットの発光層として量子ドットを用 いた場合には,1節で述べたような(1)量子閉じ 込めによる電子・光子単一振動子間の相互作用の直 接観察,また相互作用による遷移レートの増大が期 待されるだけでなく,より現実的には,(2)量子ド ット不均一広がりを利用した光共振モードの分析, (3)キャリアの局在化による表面非発光再結合の抑 制なども期待できる.

5.2 ワイドギャップ II-VI 族半導体量子ドット研究 の現状

最近 In (Ga) As 系量子ドット, また CdSe 系量 子ドットなどにおいて量子ドットの量子準位からと 思われるシャープな発光ピークが観測されている [14]. しかし場合によってはその活性化エネルギー はわずか 4meV と見積もられるなど [15], その発 光源の同定は必ずしも単純ではない.また II-VI族 半導体量子ドットに限ると、研究初期から今に至る まで主に Cd 系量子ドットの研究が進められてきた が,特にCdSe系量子ドットでは室温において時間 とともに変化するライプニング現象が観測される [16]. これに対して我々は ZnSe 系量子ドットでは ライプニングの様な不安定性は生じないことを示し た[17]. ところがその後, この系でも MBE 成長 した場合を中心に,成長表面の Se の酸化により島 形成が起こりライプニングが起こることが示され [18,19],現在まで議論が続いている.そこでここ では,我々の扱うZnSe量子ドットの構造とその発 光に関する量子効果の確認を主に議論する「201.

5.3 ZnSe **量子ドットの作製**

ZnSe ドットは, MOVPE 成長法により(001) GaAs 基板上に成長した ZnS 表面に自己組織的に形 成した.ZnSe/ZnSは4.8%の格子ひずみを持ち, ひずみによるドット形成が期待できる.今回はドッ トの形状分布と発光エネルギーとの関係を明確にす る目的で, ZnSe ドット形成後のキャップ層は形成 していない.図5の白丸は350 において5分子層 (ML)相当のZnSeをZnS表面に形成した場合に, AFM で測定したドットの直径と高さをプロットし たものである.その分布をフィットした破線は~ 11nm の直径に交差する.これは AFM 測定に用い るカンチレバーチップ先端の大きさを反映したもの であり,この破線を原点を通るように平行移動すれ ば,カンチレバーの影響を除いてドットサイズを校 正することができる . 上にも述べたように AFM に よるサイズ測定だけではドットの起源を特定するこ とができないので, TEM による断面観察を行い, ドットが閃亜鉛鉱構造 ZnSe であることを確認した [20]. また TEM 観察によって得られたドットサイ ズは,校正した AFM 測定のサイズとよく一致する. こうして得られる ZnSe ドットサイズは,下地の



図 5 AFM 測定による ZnSe ドットの直径と高さの分布 . AFM カンチレバーのサイズ効果を校正した黒丸は , TEM 観察したドットサイズ (黒四角)と一致する .

ZnS 表面の揺らぎによっても大きな影響を受けるこ とがわかった.ドットサイズとその分布を小さくす るには表面揺らぎを小さくすることが重要である. また,ZnSe ドットの成長温度とサイズ分布の測定 結果からは,成長温度を下げることがドットのサイ ズを小さく,密度を大きくするのに有効であること がわかる.この傾向はIn (Ga)As 系ドットの場合 と同じ傾向であるが,350 におけるZnSe ドット の平均高さ,平均径はそれぞれ2.0nm,11nmと小 さくなっており,密度は1 × 10¹⁰ cm⁻²と比較的高 い密度が得られている.

5.4 ZnSe 量子ドットの光学評価

このようにして作製した ZnSe ドットの光学評価 を行った.通常発光効率を高めるためキャップ層を ドットの表面に形成するが,こうするとドットサイ ズとの対応が不明確になるため,今の場合はキャッ プ層無しのドットについて検討した.350 におけ る ZnSe 等価成長膜厚を変えると,表面に形成され たドッドサイズもそれに応じて変化した.またドッ トサイズの減少に対応して PL ピークはブルーシフ トを示し,AFM 観察から求まるドットサイズから 量子サイズ効果を考慮して計算したピーク位置と合 理的な対応を示した.

しかし得られた PL スペクトルは比較的ブロード になっている.そこで,図5のAFM 測定で求まっ たドットのサイズ分布によって,このスペクトル広 がりが説明できるか検討してみた.AFM によるド ットサイズの測定から求まるドットそれぞれの発光



図6 350 において等価膜厚 5ML の ZnSe を (001) ZnS 表面に成長したドットについて,14K で測定した発光スペク トル.図の実線,破線のヒストグラムは,図5の各ドットサ イズに対して計算される光学遷移エネルギー位置に,そのサ イズを持つドット数を示したもの.それぞれに不均一広がり を考慮すると2.9eV 以上のスペクトル広がりは合理的に説明 される.より低エネルギー側の大きなドットは,欠陥生成の ために発光効率が低いと思われる.

ピーク位置(ドットサイズから量子化エネルギーを 考慮して計算)におけるドット数のヒストグラムを 図6のように作り,これにAFM測定した1µm領 域とPL測定した90µm領域の違いを考慮した集 合平均によるガウス形不均一広がりを考慮した.そ の結果,温度を変えて成長したドットの測定から明 らかになっている,大きなドットで発光強度が下が る点を考慮すれば,観測したスペクトル広がりが合 理的に説明できた[20].従って,この系について 今後単ードットの測定を進めていけば,ドットの量 子準位に基づくシャープな発光が観測できると思わ れる.

ZnS フォトニック・ドットへの 発光層導入の検討

図2に示したフォトニック・ドットには発光層が 挿入されていない.今後内部に量子ドット発光層を 導入し,自然放出光の制御,発光遷移確率の増大 を実現できるよう研究を進める.その第一歩として 三層の~5ML 量子井戸層相当のZnSe 層をZnSド ットに挿入した.ピラミッドから測定した発光スペ クトルには,通常の薄膜からでは観測されないサブ ピークが複数観測された.またそのサブピーク位置 は,反射スペクトルに見える共鳴吸収によるディッ プと良い対応を示した[21].



図7 25K で測定した ZnS/ZnS ピラミッドからの発光スペク トルと反射スペクトルの比較.底辺 350nm,高さ 130nmの ピラミッドを重クロム酸系エッチング液で40 秒エッチング した後で測定.ZnSe 層はピラミッド底面から~55nmの高 さにあると見積もられる.このエッチングでピラミッド底辺 の寸法は 8nm減少したが,高さも 19nm減少してしまい, ピラミッド表面の ZnSe を十分に除去できていないが,両者 のサブピークの対応はより明瞭に観測される.

しかし発光スペクトルに見える変調自体はまだそ れほど大きくない.その理由として,ピラミッドの 斜面にも発光層であるZnSeが成長し,微小共振器 モードに結合しない発光成分があるためと考えてい る.そこで選択成長したZnSe/ZnSピラミッドをエ ッチングし,ピラミッド表面のZnSe層を減少させ る試みを行った.ピラミッドを20秒エッチングし た後で測定したピラミッドからの発光・反射スペク トルを図7に示す.PLスペクトルのサブピークは より明瞭になり,また反射スペクトルの光共鳴吸収 ピークとも良い一致を示している.なおすべてのサ ブピークが対応しないのは,励起場所により,電子 系と結合しない光共振モードが存在するためと考え られる.

7 終わりに

今回サブミクロンサイズの ZnS ピラミッドを作製 し,光共振モードを確認するとともに,共振 Q 値と しても最大で 300 程度の比較的大きな値も観測され た.一方その活性層としての ZnSe 量子ドットの作 製についても検討し,作製したドットが ZnSe から なることを TEM 観察から確認した.また TEM か ら確認したドットサイズは,AFM カンチレバーの 校正により AFM 観察結果ともよく一致した.こう して見積もったドットサイズと発光ピークエネルギ ーの関係を検討し,両者が量子サイズ効果によって よく対応することを示した.さらにこのようにして 作製した ZnSe 量子ドットと同じ成長条件で,ZnS フォトニック・ドットに ZnSe 発光層を挿入し,発 光スペクトルに共振モードによる変調が生じている ことを観測した.現時点ではまだ発光スペクトルの 変調は小さいが,これはZnS ビラミッドの斜面に ZnSe 発光層が成長してしまい,共振モードに結合 することなく発光する成分があるためであり,今後 この点を改良すれば,さらに自然放出光の制御が可 能になると思われる.このようなフォトニック・ド ットと量子ドットを結合させ、1節で述べたような 基礎物性,応用への研究を進めて行く予定である. またここではII-VI族半導体に関する結果を中心に 述べたが,窒化物系でも量子ドットの研究が進めら れており[22,23],窒化物系でフォトニック・ド ットを作製できれば,材料の違いを越えた研究の広 がりが期待される.

本研究の共同研究者である北海道大学,田中 悟 助教授,植杉克弘助手,熊野英和助手,大学院生 各位に感謝します.

[参考文献]

- [1] 例えば R. K. Chang and A. J. Campillo, *Optical Processes in Microcavities* (World Scientific Publishing Co. Ltd, Singapore, 1996).
- [2] H. Yokoyama and S. D. Brorson, J. Appl. Phys. 66, 4801 (1989).
- [3] G. Bjork, IEEE J. Quantum Electron. 30, 2314 (1994).
- [4] M. Kuwata-Gonokami, K. Takeda, H. Yasuda, and K. Ema, Jpn. J. Appl. Phys. 31, L99 (1992).
- [5] S. L. McCall, A. F. J. Levi, R. E. Slusher, S. J. Pearton, and R. A. Logan, *Appl. Phys. Lett.* 60, 289 (1992).
- [6] J. M. Gerard, D. Barrier, J. Y. Marzin, R. Kuszelewicz, L. Manin, E. Costard, V. Thierry-Mieg, and T. Rivera, *Appl. Phys. Lett.* 69, 449 (1996).
- [7] B. Ohnesorge, M. Bayer, A. Forchel, and J. P. Reithmaier, *Phys. Rev.* B56, 4367 (1997).
- [8] J. M. Gerard, B. Sermage, B. Gayral, B. Legrand, E. Costard, and V. Thierry-Mieg, *Phys. Rev. Lett.* 81, 1110 (1998).
- [9] I. Suemune, A. Ueta, A. Avramescu, S. Tanaka, H. Kumano, and K. Uesugi, *Appl. Phys. Lett.* 74, 1963 (1999),末宗幾夫,上田章雄, A.アブラメスク, 電子科学研究6,57 (1998).
- [10]H. X. Jiang, J. Y. Lin, K. C. Zeng, and W. Yang, *Appl. Phys. Lett.* 75, 763 (1999).
- [11]竹内繁樹,井須俊郎,応用物理68,1038(1999).
- [12]A. Ueta, A. Avramescu, K. Uesugi, I. Suemune, H. Machida, and N. Shimoyama, *Jpn. J. Appl. Phys.* 37, L272 (1998).
- [13]A. Ueta, A. Avramescu, I. Suemune, H. Machida, and N. Shimoyama, *Jpn. J. Appl. Phys.* 38, L710 (1999).

- [14] For example, M. Grundmann, J. Christen, N. N. Ledentsov, J. Bohrer, D. Bimberg, S. S. Ruvimov, P. Werner, U. Richter, U. Gosele, J. Heydenreich, V. M. Ustinov, A. Y. Egorov, A. E. Zhukov, P. S. Kop'ev, and Z. I. Alferov, *Phys. Rev. Lett.* 74, 4043 (1995).
- [15]J. C. Kim, H. Rho, L. M. Smith, H. E. Jackson, S. Lee, M. Dobrowolska, and J. K. Furdyna, *Appl. Phys. Lett.* 75, 214 (1999).
- [16]S. H. Xin, P. D. Wang, Aie Yin, C. Kim, M. Dobrowolska, J. L. Merz and J. K. Furdyna, *Appl. Phys. Lett.* 69, 3884 (1996).
- [17] I. Suemune, A. Ueta, A. Avramescu, S. Tanaka, H. Kumano, and K. Uesugi, *Appl. Phys. Lett.* 73, 2974 (1998).
- [18]J. B. Smathers, E. Kneedler, B. R. Bennett, and B. T. Jonker, *Appl. Phys. Lett.* 72 (1998) 1238.
- [19]X. B. Zhang and S. K. Hark, Appl. Phys. Lett. 74 (1999) 3857.
- [20]T. Tawara, S. Tanaka, H. Kumano, and I. Suemune, *Appl. Phys. Lett.* 75, 235 (1999).
- [21]A. Ueta, A. Avramescu, I. Suemune, H. Machida, and N. Shimoyama, J. Cryst. Growth (to be published).
- [22]S. Tanaka, S. Iwai, and Y. Aoyagi, "GaN quantum dots on AlGaN surfaces using a surfactant", *Appl. Phys. Lett.* 69, 496 (1996).
- [23]H. Hirayama, S. Tanaka, P. Ramvall, and Y. Aoyagi, "Intense photoluminescence from self-assembling InGaN quantum dots artificially fabricated on AlGaN surfaces", *Appl. Phys. Lett.* 72, 1736 (1998).

リラクサ強誘電体薄膜とそのデバイスへの応用

並列分散処理研究分野 南部信次 京セラ㈱総合研究所

リラクサ強誘電体薄膜は高速デジタル回路・高周波回路・光/電子回路へのデバイス応用が期待されるだけでなく,複雑系の相転移を示す興味深い材料でもある.その特徴は広い温度範囲にわたり大きな誘電率と周波数分散を示しかつ巨視的な自発分極を持たない点にある.代表的な複合ペロブスカイト酸化物 Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃[PMN]においては,数 nm サイズのマイクロクラスターが観測されている.本稿ではその大きな誘電率を利用した高速デジタル回路におけるデカップリングキャパシタへの応用を述べるとともに,今後の情報・通信デバイスへの応用にとって本質的と思われる諸問題,非線形応答とその誘電応答の実体についての理論的考察もおこなう.

1 **はじめ**に

21 世紀の情報・通信技術の根幹をなす集積回 路/電子部品の世界は,これまでにない変貌を遂げ つつある,大容量の情報伝達,高速情報処理システ ムをだれでも、どこででも利用できる時代になろう としている.デジタル回路の高速化や無線 RF 回路 の高周波化・多重波送受信システムに伴う高機能集 積電子回路 / 部品の創造が強く求められている. 強 誘電体を利用したデバイスは古くから提唱されてい たが,最近の薄膜合成技術の進歩[1]によってそ の薄膜デバイスとしての応用分野が格段に広がりつ つある.本稿においては,今後の高速デジタル回路 における同時スイッチングノイズを解決する手段で あるデカップリングキャパシタ応用の詳細を述べる とともに,リラクサ強誘電体の誘電応答の実体を探 る.また,高周波無線 RF 回路における Tunable Device への応用を目指した強誘電体の非線形応答 理論にも言及したい.

2 薄膜キャパシタ

最近の高速デジタル回路の進歩はめざましく, VLSI の集積度とクロック周波数の飛躍的な増大が 実現されてきている.一方,それに伴って回路の電 源供給系における Iノイズや同時スイッチングノ イズがオフチップ回路[2 - 4]や,最近ではオン チップ回路[5]においてもIC の動作に深刻な影響

をおよぼすことが明らかになってきている.これら ノイズの発生原因は,高速パルス電流がインダクタ ンスをもつ信号ラインを流れる際に生じる瞬時の電 圧降下が重ね合わされるためであり, 導体配線を用 いるかぎり避けられない物理的必然である、今後の デジタル回路の集積化・高速化・低電圧化でますま すこの問題は深刻となる.この電源電圧の降下を瞬 時に補うため,電荷供給源としてのキャパシタが必 要とされる.その際キャパシタは電荷を蓄える能力 (容量)のみならず,それ自体の電極や構造による インダクタンスが小さくなければ効果的な機能は果 たせない. Dimos ら[6,7]によって PLZT 薄膜を 用いたデカップリングキャパシタが提案されたが、 キャパシタ自体のインダクタンスが通常のチップコ ンデンサと同程度であり高速回路における同時スイ ッチングノイズの除去という観点からは実用的では なかった.デカップリングキャパシタに不可欠な要 素は、十分な容量をもち低インダクタンス、低抵抗 であることである.誘電率が大きな薄膜を用いるだ けでなく,低インダクタンスを与える電極構造や回 路との接続方法,低抵抗電極の適切な選択など,実 用レベルではさまざまな課題を克服する必要があ る.Pb(Mg1/3Nb2/3)O3[PMN]系リラクサ薄膜は後 で述べるように誘電率が大きく(~~3000)その温 度変化も実用レベルにある.通常はB - サイト原子 Mg とNb の局所的な (nm サイズ) 規則配列を制御 するため, ゾルゲル法が用いられる [8]. 上で述べ たデカップリングキャパシタの要件を考慮した基本



構造を図1に示す.基板は強度とコストの観点から 多結晶アルミナを採用し,その上に Au/PMN-PT/Au の MIM 構造を作製し,保護膜, BGA ハンダバン プをその上に形成した構成である. 左の下部電極は 右の上部電極と,右の下部電極は左の上部電極とそ れぞれ接続され,対向する電極を流れる電流パスが 逆方向となって相互インダクタンスが小さくなるよ う設計されている、この点は後にシミュレーション 結果を示す.また,電圧の取り出し端子は4箇所と し,そのマルチ端子分だけインダクタンスと抵抗値 が低減される.図2にMIM構造の断面写真を示す [9]. 誘電体は Pb(Mg1/3Nb2/3)O3-PbTiO3 であり,厚 みが 0.8 µ m である.誘電体はゾルゲル溶液からス ピンコートと熱処理(約800)で形成し, Au 電 極はスパッタ法で形成した.下部および上部電極の **厚みは**0.3 µ m である. Au 電極を用いた理由は Pt 電極に比べ等価直列抵抗値が小さく,より低いイン ピーダンス特性が得られるからである.実際,基板 に実装した形で測定すると,このキャパシタの等価 **直列抵抗値はPtで**0.75 , Au で 0.1 でありそ の違いは大きい、図1に示した電極に階段状の電流 を流したときのシミュレーション結果を図3に示 す.計算は Partial Element Equivalent Circuit法 (PEEC)でおこなった[9]. 左側の2つのはんだバ ンプの中心の点から電流を流し,右側の2点から取 り出す場合の計算である.矢印の大きさが電流密度 を表している.インダクタンスは135pH となり,実 測とほぼ一致する結果である.重要な点は,電流が 平行に流れることによって相互インダクタンスが大 きくなるため,電流分布を明らかにすることによっ て上下,あるいは左右の電極に流れる電流を逆方



図2 断面 SEM 写真(Al₂O₃/Au/PMN-PT/Au)



図3 Partial Element Equivalent Circuit Model による電流分 布シミュレーション



図4 ボード実装後のキャパシタの高周波特性

向,あるいは垂直方向に分布させることにある.こ のことからも解かるように,低インダクタンスを与 える電極構造のデザインは極めて重要であり,しい てはデカップリングキャパシタの機能にとって決定 的な因子となる.図4に実装後のキャパシタの周波 数特性と電圧依存性を示す.このようなマルチ端子 のキャパシタ特性は通常基板に実装して測定しなけ ればならないため,基板とキャパシタの間の浮遊容 量や付加抵抗部分の影響を補正するための工夫が必 要である.詳細は文献にゆずるが[9],インピーダ ンス測定結果を等価回路モデルでフィティングし, 浮遊容量や付加抵抗を決定した.ここで示した結果 は BGA はんだバンプで実装するタイプのキャパシ タであるが,オンチップ回路のデカップリングでは IC 回路に直接集積できれば多大な効果が期待でき る.そのためには,強誘電体薄膜形成プロセスが現 在の半導体プロセスとコンパチブルとなる必要があ る.その本質は酸化物強誘電体薄膜の低温合成の実 現にある.

2 リラクサ強誘電体の物性

リラクサ強誘電体と呼ばれる一連の物質において は、ナノメータースケールのマイクロクラスターの 存在が明らかにされており、通常の強誘電体とは異 なった電気物性を示すことが知られている.誘電率 が2万を超すバルク材料も知られており、キャパシ タ材料としては勿論のこと、電歪素子や電気光学素 子への応用も考えられている.ここでは典型的なリ ラクサ強誘電体である Pb(Mg13Nb23)O3 をとりあげ、 有限の大きさを持つ分極クラスターが温度を下げて いった場合に次々と相転移(凍結)してゆく描像を ランダウ理論で数学的に定式化し、具体的な実験結 果との比較を示す.分極クラスター p()で展開 された自由エネルギーが以下のように書ける[10]. [F],/N=f(P{p()})

 $=\!\!2^{\text{-1}} \quad {}_{1}\!P^{2}\!+\!4^{\text{-1}} \quad {}_{11}\!P4\!+\!6^{\text{-1}} \quad {}_{111}\!P^{6}$ $+2^{-1} P^2 p()+2^{-1} () () +4^{-1}a_{11} () () p()$ $+4^{-1}a_{11} + x() x() y(), y() p() , (1)$ ここで, p()の2次の展開係数a()は a()=(T-J())/ °C', (2) と書け,x()はクラスターのサイズ,y()はク ラスター と との重なり部分のサイズである.自 由エネルギー最小の条件を課すと,温度を下げるに 従って次々と有限のサイズを持つ分極クラスターが 出現するという解が得られる(p() 0). 基本的 には有限サイズの分極クラスターが次々と凍結する のであるが,クラスター間の重なり部分は先に凍結 したクラスターに占有されており, すべての空間が 凍結した分極クラスターで埋め尽くされると,残り のモードの凍結は阻害される、誘電率は以下の式の ように計算される.

(T)=C[T-T₀+ ₀C q(T)], (3) この式の中の q(T)はいわゆるグラスオーダーパラ メーターであり,



 $q(T) = d\mu (\mu) (\mu) a_0 [1-n(\mu)]_0(\mu), (4)$ である. は相互作用行列の固有値分布関数, [(µ)au] はクラスターの体積, n は系全体で凍結 した領域の割合, po(µ)は各分極クラスターの熱平 均値である.具体的な数値は誘電率の測定結果に理 論計算をフィッティングさせ,最小2 乗近似で最適 化して定めた.図5にPb(Mg1/3Nb23)O3に対する 実験値と理論計算の比較を示す. PMN の場合は理 論計算と実験結果が非常によく一致している.さら に,誘電率のフィッティングから定めた現象論的パ ラメーターの値を用いて分極クラスターのサイズ, すなわち Localization length を求めると約 2.1nm となり, TEM で観測されている2種類のBサイト イオンの秩序配列領域の大きさとほぼ一致する結果 [10] が得られる.しかしながら,(quasi-)静的な 現象論では低温側の凍結した局所分極どうしの相互 作用とスローダイナミックスの記述は困難である. リラクサの本質的理解のためにも,動的な理論の構 築が必要である。

4 Tunable Device と非線形応答

大容量情報通信を目指して,マイクロ波応用分野 で強誘電体薄膜を用いた可変容量素子(Tunable Capacitor)の研究が近年盛んになりつつある.強誘 電体の非線型性(電界強度によって誘電率が変化す る)を利用して,フィルタの通過帯域をバイアス電 圧で可変にしたり,また位相速度を制御するフェー ズシフタやフェーズドアレイアンテナの開発が現実 味をおびてきている.パルクの強誘電体を用いた電 圧制御可変容量素子のコンセプトは古くからあり, (Ba, Sr)TiO₃(BST)のような高誘電率材料が提案 されていた.しかしマイクロ波帯で低容量かつ実用 的な低バイアス電界での容量変化を得るには,バル ク素子では十分でなく,真剣な実用化は試みられな かった.高誘電率系薄膜,特にBST は次世代 DRAM 材料と目され半導体メーカーの研究も盛ん であり,BST 薄膜を中心に研究開発が進められてい るのが現状である.バイアス電界が無い場合の線形 誘電率の周波数依存性は緩和型モデルに従うとすれ ば以下で与えられる.

 $\begin{bmatrix} r() \\ r() \end{bmatrix} = 0 \begin{bmatrix} r(0) \\ r(0) \end{bmatrix} / [1+(eff)], (5)$ $0 = \begin{bmatrix} r(0) \\ r(0) \end{bmatrix} eff \begin{bmatrix} 1+(eff) \\ r(0) \end{bmatrix}, (6)$ $eff = 0 C = 0 \begin{bmatrix} T-T_c \\ T > T_c \end{bmatrix}$

= ^oC ⁽/【T_c-T 】(T < T_c) (7) ここで, C は Curie 定数, は光領域以上の誘電 率で通常は 10 程度, ^oは単位分極の緩和時間であ る. T_c は強誘電体の転移温度である. これからバイ アス電界が無い場合の誘電損失は

tan = () () ()]= eff, (8) で与えられる.一方,誘電応答の非線型性を考慮に 入れると,緩和型モデルを以下の動的な緩和方程式 (TDGL 方程式)で記述できるとする.

p(t) t=-[(p(t))p(t)(t)]p(t), (9)
 自由エネルギー関数(p(t))は

((p(t))=2⁻¹Ap(t)+4⁻¹Bp(t). (10) リラクサ強誘電体の場合を念頭におけば,"凍結" したローカルなモードは十分ゆっくりした運動で, 高周波電場 E(t) とは decouple できるとすると(3) を参照して

A=(₀C)⁺[T-T₀]+ q(T), (11) と書ける(B>0). 緩和方程式(9)を解けばバイ アス電界 E₀が存在するときの非線型応答が以下の ように計算される.

$0 ef(E_0) = 0 (1(P)) 0 (2(P)) E_0 + 0 (3)(P)$	₽₽ ₽ ₽			
$= \ _{0} \ ^{(1)}(\)B[\ _{0} \ ^{(1)}(\)][\ _{0} \ ^{(1)}(\)]E_{0}^{2} ,$	(12)			
$\tan (, E_0) = eff 1-B(\circ r^{(1)}(0)) E_0^2$				
+H.O (Eo)] .				

 $_{eff} = 0 [(_{0}C)^{1} (T-T_{c}) + q(T)], (14)$

となる.GHz 帯あるいはそれ以上の交流電場に対す る強誘電体の応答を議論する場合,上のような単純 な緩和型モデル,かつ単分散でよいのかという問題 はあるが,まず第一ステップとしてはこのような単 純なモデルで実験データを詳細に吟味する必要があ ろう.どのような材料がどの周波数帯で低損失であ るかの問題に答えようとすれば,誘電応答を担う実 体とその運動に伴うロスのメカニズムを解明する必 要がある.強誘電体材料の基礎的な問題が,デバイ ス開発と直接結びついている例である.

4 おわりに

本研究は京セラ㈱総合研究所の共同研究者ととも になされた.ここに,感謝の意を表する.

[参考文献]

- [1] Electroceramic Thin Films Part I Processing, O.Auciello and R. Ramesh, ed., MRS BULLETIN/JUNE, 21 (1996).
- [2] B. D. McCredie and W. D. Becker, IEEE Trans. Comp., Packag., Manufact. Technol. Part B 19, 461 (1996).
- [3] J. P. Libous and D. P. O'Connor, IEEE Trans.Comp. Packag., Manufact. Technol. Part B 20, 266 (1997).
- [4] W. D. Becker, J. Eckhardt, R. W. Frech, G. A. Katopis, E. Klink, M. F. McAllister, T. G.McNamara, P. Muench, S. R. Richter, and H. H. Smith, IEEE Trans. Comp., Packag., Manufact. Technol. Part B 21, 157 (1998).
- [5] H. H. Chen and J. S. Neely, IEEE Trans. Comp., Packag., Manufact. Technol. Part B 21, 209(1998).

- [6] R. W. Schwartz, D. Dimos, S. J. Lockwood, and V. M. Torres, Integrated Ferroelectrics 4, 165 (1994).
- D. Dimos, S. J. Lockwood, R. W. Schwarts, and S. T. Rodgers, IEEE Trans. Comp., Packag., Manufact. Technol. Part A 18, 174 (1995).
- [8] S. Nagakari, K. Kamigaki, and S. Nambu, Jpn. J. Appl. Phys., 35 [9B], 4933 (1996).
- [9] F. Fukumaru, S. Nagakari, S. Konushi, H. Nishikawa, K. Kamigaki, and S. Nambu, Mat. Res. Soc. Symp. Proc. Vol.541, 573 (1999).
- [10] S. Nambu and K. Sugimoto, Ferroelectrics, 198, 11 (1997).

GaNAs 系混晶半導体の結晶成長とその物性評価

光材料研究分野 植杉 克弘 有機電子材料研究分野 長谷川達生

GaNAs 系混晶半導体は, 従来の III-V 族混晶半導体とは異なる物性を持っており, 新しい半導体材 料として注目されている.GaAs に窒素を添加するとバンドギャップが大きく長波長化する巨大バン ドボウイング特性を示すことから, この特異物性を利用した光通信用半導体レーザの開発が期待され ている.しかし大きなミシビリティギャップのため広い窒素組成範囲での成長が困難であり,基礎物 性も不明な点が多い.本研究では有機金属分子線エピタキシ法を用いて GaNAs 混晶半導体の成長を 行い,その物性評価を行ったので紹介する.温度により GaAs 等の半導体のバンドギャップは変化す るが,GaNAs では窒素組成の増加に伴いその変化量が減少することを見いだした.窒素組成 0.8 % 以上では室温付近でのバンドギャップの温度係数が GaAs に比べて 70 %程度と小さくなるため,環 境温度の変化に対して発振波長の安定性の高い半導体レーザへの応用が期待できる.

1 はじめに

近年、赤外域から紫外域の広範囲にわたる光デバ イス材料として, GaNAs やGaNP といった III-N-V 型窒化物混晶半導体が注目されている.この系で は,窒素の電気陰性度が他の V 族原子に比べて極 めて大きいため, 混晶組成に対して巨大なバンドギ ャップのボウイングを持つなど,従来の III-V 族混 晶半導体の常識とは異なる物性を示す. GaAs に窒 素を添加するとワイドギャップの GaN に近づくた めバンドギャップは大きくなると予測されるが,巨 大バンドボウイング効果により GaAs のバンドギャ ップよりも小さくなる [1,2,3]. その特性を利用 して, GaNAs 系混晶半導体は新しい長波長帯光通 信用半導体レーザ材料として期待されている.現在 1.3 µ m 帯の光通信用レーザとして InGaAsP/InP 系 をベースとしたものが用いられているが,この系で は InGaAsP 量子井戸での伝導帯バンドオフセット が小さいため,環境温度の上昇により急激に特性が 劣化する.そのためペルチェ素子等で温度を厳密に 制御する必要があり,光情報通信網を各オフィスや 家庭の端末まで広げるためには温度制御フリーの新 しい光通信用半導体レーザの開発が望まれている。 最近では InGaAsP/InP 系と比べて伝導帯バンドオフ セットが大きくとれる GaInNAs/AlGaAs 系が提案さ れており、レーザ発振しきい値の高い温度安定性が 報告されている [4]. しかし,現在のところ数%程 度の窒素組成の膜の作製は可能であるが,この系は ミシビリティギャップが大きいため窒素組成の多い 膜の作製が困難である.また,これまでに GaNAs のバンドボウイング特性が窒素組成に依存して変化 することや,窒素組成増加によりバンドギャップが 減少するにもかかわらず吸収係数が大きくなるなど **の特異物性を報告**[2]しているが, GaNAs の基礎 物性は不明な点が未だに多い.そのため高品質な III-N-V 型混晶半導体を作製する技術の開発を行い, この系特有の巨大バンドボウイングなどの基礎物性 を解明する必要がある.本研究では,有機金属分子 線エピタキシ法 (metalorganic molecular beam epitaxy, MOMBE)を用いて GaNAs 混晶半導体の 成長を行い,そのバンドギャップの窒素組成と温度 依存性について調べたので報告する。

2 実験方法

MOMBE 法を用いて半絶縁性 GaAs (001) 基板 上に GaNAs 混晶半導体を成長させた.ガリウム, 窒素,ヒ素の原料ガスとして,それぞれトリエチル ガリウム(Ga(C2Hs),TEGa),モノメチルヒドラジ ン((CHs)N2Hs,MMHy),トリスジメチルアミノ ヒ素(As(N(CHs)),TDMAAs)を用いた.成長温 度は 520 ~ 570 で,0.1 ~ 6.2 μ m の厚さの GaNAs 膜を作製した.高分解能 X 線回折装置を用 いて作製した GaNAs 膜の窒素組成の見積もりと結 晶構造の評価を行い,透過スペクトル法により光学 特性を評価した.ここで紹介する GaNAs 試料はす べて GaAs 基板にコヒーレント成長しているもので あり,窒素組成 4.5%までの膜の作製に成功した.

3 バンドギャップの窒素組成依存性

図1は25Kと297Kで透過スペクトル法で測定し た GaAs と窒素組成 0.34 %, 0.80 %の GaNAs の E)のフォトンエネルギ依存性を示す.ここで (はGaNAs の吸収係数で, E はフォトンエネルギで ある.(E)が直線的に変化することから GaNAs は直接間接遷移型であることがわかり,直線部分の 延長が0となる吸収端からバンドギャップを求め た. GaNAs 膜中の窒素組成の増加に伴いバンドギ ャップが低エネルギ側にシフトしていることがわか る.室温で測定した GaNAs のバンドギャップの窒 素組成依存性を図2に示す.図中の点線は誘電バン ド理論により求められたバンドギャップの理論値 [5]である.4.5%の窒素組成で1.3µmの波長と なり, 1.3 µ m 帯の光通信用レーザ材料として可能 性があることがわかる.1.5%以下の低い窒素組成 領域ではバンドギャップの窒素組成依存性は誘電バ ンド理論計算で説明できるが, さらに窒素組成が増 加すると大きくずれていく.また,第一原理計算に



図1 透過スペクトル法で測定した(E)のフォトンエネ ルギ依存性.窒素組成はそれぞれ0%(GaAs),0.34%, 0.80%で,測定温度は25Kと297Kである.



図2 室温での GaNAs のバンドギャップの窒素組成依存性. 点線は誘電バンド理論値である.窒素組成の増加に伴いバン ドギャップは低エネルギ側にシフトする.

よる報告[6]もあるが全般的に大きくずれている. 誘電体理論ではフィッティングパラメータにより実 験値に合わせているにすぎないともいえ, GaNAsの 巨大バンドボウイング特性を解明するにはさらに理 論的,実験的に検討する必要がある.

4 バンドギャップの温度依存性

GaAs への窒素の添加はバンドギャップが大きく 低エネルギ側にシフトするだけでなく,バンドギャ ップの温度依存性にも特徴的な物性を示すことを見 いだした.図1で示すように,297Kから25Kへと 低温になるとバンドギャップは高エネルギ側にシフ トするが,GaNAs のシフト量はGaAs に比べて小さ いことがわかる.図3に25Kと297Kでのバンドギ ャップ差(Eg)の窒素組成依存性を示す.窒素



図 3 25K と 297K でのバンドギャップの差の窒素組成依存 性.窒素組成の増加に伴い減少するが, 0.8%を越えるとほ ぼ一定の値となる.

表1 Vershni relation の式 [8] Eg(T) = E₀ - T²/(+T)のフィッティングで得られたパラメータと, Bose-Einstein expression の式 [7] Eg(T) = E₀ - ₀(1 + 2/(exp(_b/T) - 1))のフィッティングで得られたパラメータ.室温付近の温度係数 dEg/dT は 200 - 300K でのバンドギャップの温度依存性から求めた.

Sample	N composition(%)	E(eV)	(meV/K)	(K)	Ef(eV)	B (meV)	в (К)	dEg/dT x10 (eV/K)
(a)	0	1.512	0.56	146	1.545	37	152	-5.0
(b)	2.97	1.154	0.61	560	1.202	49	285	-3.1



図4 様々な窒素組成の GaNAs のバンドギャップの温度依存性. 点線(a)と実線(b)は GaAs と窒素組成 2.97 %の GaNAs で測定されたデータを Bose-Einstein expression の式 [7]を用いてフィッティングした結果を示す.他の点線と実線は各窒素組成での温度依存性を比較するために,(a)と (b)のエネルギシフトの傾きは同じで縦軸方向にそれぞれ移動させてフィットさせたものである.

組成が増加するにつれて Eg が急激に減少し, 0.80%以上の窒素組成ではほぼ一定となり GaAsの約60%と小さくなることがわかった.

この Eg の窒素組成依存性の起源を調べるため, 様々な窒素組成の GaNAs のバンドギャップの温度 依存性を詳細に測定した(図4).直接遷移型のバ ンドギャップエネルギの温度依存性の理論式では Lautenschlager らにより提唱された Bose-Einstein expression [7]や, Varshni equation [8]の式がよ く知られている.図中の点線(a)と実線(b)は, GaAs と窒素組成 2.97 %の GaNAs で測定されたデ ータに Bose-Einstein expression を用いてフィッティ ングした結果を示す.Varshni equation を用いても よいフィッティングができる.それぞれのフィッテ ィングにより得られたパラメータと,室温付近での パンドギャップの温度係数(dEg/dT)を表1に示 す.温度係数は GaNAs は GaAs に比べて70%程 度と小さくなっている.

また,図4の(a),(b)以外の点線と実線は,そ れぞれ(a)と(b)の温度によるエネルギシフトの 傾きは同じで縦軸方向に移動させたものであり,他 の窒素組成の GaNAs のデータによくフィットする ことができる.窒素組成が0.80%から3.76%の範 囲では,測定された温度依存性は実線によく一致し ており,同様なエネルギシフトの温度依存性をして いることがわかる.これは図3で示した傾向に一致 している.しかし,窒素組成が0.17%から0.66% の試料では,(a)か(b)の一方だけのフィッティ ングだけでは説明できない.低温領域では実線(b) と同様な温度依存性を示すが,温度が上昇するにつ れてずれていき,高温領域では点線(a)と同様な 温度依存性を示す.また,実線と点線が交差する点 は窒素組成の増加に伴い高温側にシフトしているこ とがわかる.これらの結果は,異なった温度依存性 を持つ2種類の窒素に関連して形成されたエネルギ 準位があることを示唆する. すなわち, GaAs バン ド準位と同様な大きな温度依存性を持つエネルギ準 位と,温度依存性の小さな窒素に関連した局在準位 と考えられる.前者のバンドライクな準位は低温で は局在準位より高エネルギ側に位置するが,温度の 上昇に伴い温度変化が大きいため局在準位とクロス オーバーしている.0.8%以上ではほぼ同じ傾向で ゆるやかに変化するため,室温まで局在準位が寄与 していると思われる. 窒素組成 0.8 %以上の GaNAs 混晶では,温度によるバンドギャップの変化が小さ いため,この材料を用いると温度安定性の高い光デ バイスの作製が実現できると考えられる.

5 **まとめ**

本研究では,窒素組成4.5%までのGaAsN 混晶 半導体の結晶成長に成功し,その光学特性の測定に よりバンド構造の解明を行った.その結果,バンド 構造が2種類の異なる温度依存性を持つエネルギ準 位で形成されていることがわかった.GaNAs バンド ギャップの温度係数がGaAsに比べ小さくなること を見いだし,環境温度の変化に対して動作安定性が 高いレーザーの実現が可能な材料となることを示し た.現在も多彩な分光学的手法を用いてGaNAs 混 晶半導体のバンド構造の解明を進めており,今回示 したように GaAsN の Eo バンドは窒素組成の増加に 伴い長波長化するが, Eo バンドは逆に短波長化する 等の興味深い物性現象も見いだしている.今後は, この新しい GaNAs 系混晶半導体の物性をさらに解 明していき,光デバイスへの応用へと進展させる予 定である.

[参考文献]

- [1] M. Kondow, K. Uomi, K. Hosomi and T. Mozume, Jpn. J. Appl. Phys. 33, L1056 (1994).
- [2] K. Uesugi and I. Suemune, Jpn. J. Appl. Phys. 36, L1572 (1997).
- [3] K. Uesugi, N. Morooka, and I. Suemune, Appl. Phys. Lett. 74, 1254 (1999).
- [4] N. Nakahara, M. Kondow, T. Kitatani, M.C. Larson, K. Uomi, IEEE Photon. Technol. Lett. 10 487 (1998).
- [5] S. Sakai, Y. Ueta, and Y. Terauchi, Jpn. J. Appl. Phys. 32, 4413 (1999).
- [6] L. Bellaiche, S.H. Wei, and A. Zunger, Appl. Phys. Lett. 70, 3558 (1997).
- [7] P. Lautenschlager, M. Garriga, S. Logothetidis, M. Cardona, Phys. Rev. B35, 9174 (1987).
- [8] Y.P. Varshni, Physica (Utrecht) 34, 149 (1967).

真正粘菌変形体における原形質流動の自己組織化

細胞機能素子研究分野 西山宣昭 情報数理研究分野 柳田達雄

数十µm程度の大きさを持つ真正粘菌の微小変形体を用いて,変形体のサイズの増大に伴う原形質 往復流動の秩序化過程を明らかにした.往復流動は定常的に起こっておらず間欠的であるが,大きな サイズの変形体では往復流動の起こる時間が長くなる傾向が見られた.このようなサイズ効果を説明 するモデルとして,定常点とリミットサイクルとの共存系およびその結合系を考えた.

1 はじめに

真正粘菌変形体は,多核のアメーバ様単細胞であ る.栄養が十分ある場合には,約10時間周期の同 調した核分裂を繰り返すが,細胞質の分裂は起こら ない.したがって,単細胞のまま数十 cm にも及ぶ 大きさに成長する.変形体では,1~2分周期の激 しい原形質往復流動が観察される、これは、巨大な 変形体における代謝など細胞内化学反応の空間的不 均一性を回避し,一個体としてのまとまりを維持す る役割を担っていると考えられる.一方,数十山 m 程度の微小変形体では、原形質流動は微弱で、その 方向も定まらない.この程度の大きさでは,細胞内 での物質輸送は,拡散によって十分達成されるもの と考えられる.つまり,変形体には自身のサイズに 見合った原形質流動を発生させる自己制御機能の存 在が示唆される.本研究では,変形体のサイズ増大 に伴って, 微弱かつ無秩序な流れが, 周期的な方向 性を持った往復流動へといかに自己組織化されてい くかを明らかにし,そこに利用されている非線形ダ イナミクスを実現する数理モデルの構築を目的とし た.



図 1 低温処理や近赤外光照射によって誘導される変形体の フラグメンテーション

2 実験方法

2.1. 変形体の調製および原形質流動の観察

図1に示すように,低温処理あるいは近赤外光照 射により,変形体は約8個の核を含む球状の微小変 形体に過渡的に分裂する(フラグメンテーション [1]).この現象を利用してサイズの異なる変形体を 系統的に調製した.22 で培養した変形体の一部 を直径約100 µmの大きさに切り分けた.これら を12 ~ 15 に5時間放置して低温処理すること により,球状の微小変形体を得た.顕微操作して, 任意の数のフラグメントを単離,接触させ,室温に 放置した.2 ~ 3時間後には完全に融合した.融合 させるフラグメントの数を変えることにより,系統 的にサイズの異なる変形体を得た.原形質流動,細 胞形状の時間的変動をSITカメラ(CTC-9000, Ikegami Tsushinki Co.)を通してタイムラプスビデ オ(BR-S925, Victor)に録画した.

2.2. 微小変形体における F - アクチンの観察

1.の方法で得た微小変形体を,Triton X-100 を 含む固定液(2% glutalaldehyde,2% paraformaldehyde,50mM KCl,25mM EDTA,0.5%Triton X-100,10mM K-phosphate buffer pH7.0)で浸し,10 分間4 に放置した.引き続き Triton X-100 を含ま ない上記固定液で室温下 30 分間処理した.固定液 を洗浄後,20 µ M ローダミンファロイディンによ り細胞内F - アクチンを特異的に標識し,共焦点レ ーザースキャナーユニット(CSU10,Yokogawa) を装着した蛍光顕微鏡(Diaphot-TMD,Nikon)に
より観察した.568nm Kr-Ar レーザー (50643-50YB, Yokogawa) で励起し,冷却 CCD カメラ (RTE/CCD-1300-Y, Princeton Instruments Inc.)を 経て蛍光像をコンピュータに取り込み,コントラス ト補正などの画像処理を行った.

3 結果および考察

3.1. 原形質流動のサイズ依存性

図2(a)に,単一フラグメントについての原形質 流動,細胞形状の観察例を示す.約2時間の観察 時間内に,球状の形態をとる状態と激しい細胞変形



(c) 30 fragments fused

図2 フラグメントを接触,融合させて得た変形体における 原形質流動と細胞形状の時間変化を示したもの.太線は, 球形で微弱かつランダムな原形質流動が起こっている時間領 域を示している.細線の領域は,激しい細胞変形を伴う往復 流動が起こっている時間帯.

を示す状態とが交互に起こることがわかった.球形 の時間帯では,細胞内顆粒の動きは微弱でかつラン ダムであるのに対して,細胞変形を繰り返す不定形 の時間帯においては,変形に追随した原形質流動が 認められた.図2(b)は,10個のフラグメントを 接触,融合させて得た変形体についての観察例であ る.1個のフラグメントの場合と同様に,方向性の ない微弱な流れを示す球形の状態と,秩序立った原 形質流動を伴って激しく細胞の変形が起こる状態と が現われた.(a)に比べて,より明確な往復流動が 認められた.ただし,その方向は安定せず,数周期 ごとに不規則に変化した.図2(c)は30個のフラ グメントを接触,融合させた場合の結果で,球形の 状態は観測時間内にわずか1回だけ現われ,顕著な 往復流動が長時間にわたって観察された.以上のこ とから,微小変形体においては,原形質往復流動は 間欠的に発生し,変形体サイズの増大とともにその 発生時間が長くなり,十分な大きさの変形体におけ る定常的な往復流動に至るものと考えられる.本研 究室の古家らにより,細胞内顆粒の速度の変形体サ イズ依存性が測定されている[2].図3に示すよう



図3 変形体内顆粒の速度のサイズ依存性 (Koya and Ueda 1998)

に,25 個程度のフラグメントによる変形体サイズを 境にして,急激に速度が上昇している.このしきい 値が定常的な往復流動発現に対応するものと考えら れる.

以上のように、微小変形体においては、原形質の 往復流動は定常的に発生しておらず、間欠的であ る.すなわち、定常状態(微弱かつランダムな流れ の状態)と振動状態(往復流動の状態)との間を遷 移している.そして、サイズの増大とともに振動状 態が優勢になるものと考えられる.このようなダイ ナミクスのサイズ依存性を説明する数理モデルとし て、定常点とリミットサイクルとの共存系が考えら れる.亜臨界型のホップ分岐を示す力学系では、2 つの分岐点の間で安定な定常状態と安定なリミット サイクルの共存が可能である.両者の間のセパラト リックスを越えるような適当な摂動により、定常状 態と振動状態との切り替えが実現する.このような ダイナミクスを示す化学反応系としては、BriggsRauscher 反応や, Moran と Goldbeter による酵素反応モデル[3]などが知られている.特に,後者のモデルでは,相空間において定常点とリミットサイクルとが局所的に接近しており,わずかな摂動によって両者間の遷移が可能である.以上述べた共存系を拡散により結合していき,サイズの増加に伴う系全体のダイナミクスの変化を計算機実験により調べる予定である.

3.2. 微小変形体における F - アクチンの分布

図2(a)の単一のフラグメントにおけるF - アク チンの分布を図4に示した.(a)は細胞変形を示す 状態,(b)は球形の状態でのF - アクチンに特異的



図4 単一のフラグメントにおける F - アクチンの分布. 左 は, 位相差像. 右は, F - アクチンに特異的に結合したロー ダミンの蛍光像.

に結合したローダミンの蛍光像である.(a)では, 細胞体から四方に伸びる偽足の先端部にF - アクチ ンの集積が認められる.(b)では,数本の細いフィ ラメントが認められるが,むしろ細胞全体にわたっ て均一に無構造なF - アクチンが分布しているよう に見える.このことから,図2の激しい細胞変形を 伴う往復流動の状態(振動状態)には,F - アクチ ンの時間空間的な周期的変動が関わっているものと 考えられる.

細胞性粘菌のアメーバ細胞において,F - アクチ ンの円形波やらせん波など,振動媒質で知られる化 学波が観察されている[4].F - アクチン波の伝播 には, G - アクチンの重合とF - アクチンの脱重合 とが関わっている.これらの過程は,コロニンや ABP-50 などの多くのアクチン結合蛋白質(ABP) により制御されている. さらに, ABP 活性の主な調 節因子として Ca イオンが知られている.細胞内に おける Ca イオンの濃度振動や化学波は,多くの細 胞で観察されている.Caイオンの濃度振動は,真 正粘菌変形体においても起こっており,先に述べた 定常点とリミットサイクルとの共存に基づくモデル の分子的実体として, Ca イオンを想定することは 興味深い.微小変形体における Ca イオンの時空間 的変動と往復流動の自己組織化との関係を実験的に 明らかにする予定である.

[参考文献]

- [1] Kakiuchi, Y. and Ueda, T. Protoplasma 206(1999)131-136.
- [2] Koya, S. and Ueda, T. ACH Models Chem. 135(1998)297-304.
- [3] Moran, F. and Goldbeter, A. Biophys. Chem. 23(1985)71-77.
- [4] Vicker, M. G., Xiang, W., Plath, P. J. and Wosniok W. Physica D 101(1997) 317-332.

Control of GaN structural dimensions

Satoru Tanaka Laboratory of Optoelectronics

Abstract

GaN quantum structures with various fractional dimensions were fabricated on Al_xGa_{ix}N surfaces. The Al_xGa_{ix}N surface was treated with a Si antisurfactant prior to the GaN deposition. This treatment was found to be effective in modifying structural dimensions of the thin GaN layer. Without Si a GaN quantum well structure having a dimensionality of 2 was achieved in step flow growth mode. As the deposited amount of Si was increased, a morphological transition from 2D to 0D occurred. At some Si doses the resulting structures possessed fractional dimensions. We observed that GaN quantum structures with various fractional dimensions could be controllably fabricated solely by varying the total amount of the deposited Si antisurfactant.

1 Introduction

During recent years the progress in developing GaN-related optical devices, for example InGaN quantum well (QW) laser diodes, has been significant. However, the lasing or luminescence mechanisms are still controversial in this material system mainly because of the presence of strong piezoelectric fields and compositional fluctuations, which affect the optical transition energies. Exciton localization at the potential minima created by a phase separation in InGaN QWs is believed to have a significant impact in improving the performance of optical devices made from these materials. Quantum dot (QD) and other low-dimensional structures, in which the excitons are confined in a space of reduced dimensionality, are considered to strongly modify the optical properties [1, 2]. It is known that an integer-dimensional modeling does not perfectly describe the experimental reality in such systems. Instead models utilizing fractional dimensions (FDs) have been found to be more suitable [3, 4]. The present work is a continuation of previous studies of GaN QDs grown on AlGaN surfaces using an antisurfactant [5, 6]. Here we describe the formation mechanisms of GaN QDs and propose new quantum structures with various

FDs. These structures may constitute suitable systems to study in order to improve the understanding of the relation between the luminescence energy and the degree of excuton localization as previously investigated theoretically [4].

2 Experimental

The GaN structures were grown on Al_xGa_{Lx}N (X≈0.15) surfaces which were deposited on AlN/Siface on-axis 6H-SiC (0001) substrates by horizontaltype metal-organic chemical vapor deposition (MOCVD) system. After depositing a ~ 1.5-nmthick AlN buffer layer [7], the approximately 0.6- μ m-thick Al_xGa_{Lx}N layer was grown. The atomically smooth surfaces of the Al_xGa_{Lx}N layers were confirmed by atomic force microscopy (AFM). To achieve FD structures or QDs, the Al_xGa_{Lx}N surface was treated by tetraethylsilane (Si(C₂H₅)₄: TESi), followed by the deposition of ~ 1-2-nm-thick GaN.

3 Results

AFM graphs of the samples at various Si doses: 14 nmol, 47 nmol, and 149 nmol are shown in Fig. 1 (a)-(c). With no TESi treatment a clear step and terrace

feature was observed (not shown). This indicates that the GaN growth mode on Al_xGa_{Lx}N surfaces under the experimental conditions used here is step-flow. Thus, GaN/Al_xGa_{Lx}N quantum well structures having an abrupt interface can be achieved. As the deposited amount of Si increased, a morphological transition from 2D to 0D occurred. A clear step flow feature (2D) was transformed into a 0D structure in Fig. 1 (c) via several FD structures. The Figs. 1 (a) and (b) demonstrate the FD structures. The dimensionality of each structure is difficult to determine, however, it is clear that each structure possesses a FD between 0 to 2D. For example, Fig. 1 (b) shows a quantum structure having a dimension close to 2 because of the fluctuated step feature and the high density of nanoholes. From this result we conclude that GaN quantum structures with various FDs can be controllably achieved by varying the amount of Si deposited on the Al_xGa_{Lx}N surface before growth of the final GaN layer.



Figure 1. Effects of the Si dose on the GaN morphology. Note that the GaN structural dimension is changed from quasi-2D (a) to 0D (c).

4 Summary

GaN quantum structures with various fractional

dimensions were demonstrated. The use of an antisurfactant on Al_xGa_{i-x}N surfaces was shown to be effective in modifying structural dimensions.

References

- Y. Narukawa, Y. Kawakami, M. Funato, S. Fujita, S. Fujita, and S. Nakamura., Appl. Phys. Lett. 70, 981 (1997)
- [2] K.P. O'Donnel, R.W. Martin, and P.G. Middleton, Phys. Rev. Lett. 82, 237 (1998)
- [3] X-F. He, Phys. Rev. B 43, 2063 (1991)
- [4] P. Lefebvre, P. Christol, H. Mathieu, and S. Glutsch,

Phys. Rev. B 52, 5756 (1995)

- [5] S. Tanaka, S. Iwai, and Y. Aoyagi, Appl. Phys. Lett. 69, 4096 (1996).
- [6] P. Ramvall, S. Tanaka, S. Nomura, P. Riblet, and Y. Aoyagi, Appl. Phys. Lett. 73, 1104 (1998).
- [7] S. Tanaka, S. Iwai, and Y. Aoyagi, J. Cryst. Growth 170, 329 (1997).

フォトニック結晶と輻射場の制御

量子機能素子研究分野 井上久遠,河合紀子

半導体光導波路に穴を周期的に開け, さらに入出力用の導波路を付けたスラブ型2次元フォトニック結晶を作製し, その特性を調べた.固有モードは存在しないが, 2次元面内で光の伝播方向に5~10の穴の列(5周期以下)をもつ試料でも,条件によっては輻射場,光の伝播特性の制御が可能であることがわかった.

1 序

フォトニック結晶とは,誘電率が光の波長程度で 周期的に大きく変化する人工結晶をいう.誘電体多 層膜は1次元方向にのみ周期変化をもつ1次元結晶 の1例であって古くから知られている.2次元,3 次元結晶では,それぞれ2次元面内で輻射場,並び に光の伝搬特性をかなりの程度一般的に制御するこ とができるために,物理学から光エレクトロニクス の応用に至る広い分野で研究が活発化している.フ オトニック結晶中の電磁波のモードは,通常(光の 透明領域)の一様な媒質の場合と著しく異なる.周 期性の反映の結果として電磁波のエネルギー - 波数 ベクトルの分散関係は,半導体の電子状態に対する 場合と類似してバンドを形成する.特別の場合に は,あるエネルギー(周波数)領域であらゆる方向 (3次元)もしくは,ある特定の方向のある角度範 囲に亘って電磁波のモードが存在しなくなる.この 周波数領域をフォトニックバンドギャップとよぶ. また,フォトニック結晶中に部分的に適切な乱れを 導入すると,半導体の不純物準位に形式的に対応し てバンドギャップ中に局在モードを創ることもでき る.これらのフォトニックバンドギャップ,あるい は局在モードを利用する他に,特異なバンドの分散 特性を利用して上に述べた輻射場、光の伝搬特性の 制御ができる.特異なバンドの例として,1)状態 密度が異常に大きい、すなわち群速度が極端に小さ い光の周波数がごく一般的に存在する,2) 電磁波 モードの対称性がバンドによって異なる事実,例え ば,外部の平面波と結合できない'非結合モード' が普遍的に存在する,3)バンドの多価性が生じ, 特異点がしばしば出現する、などの事実を利用す

る.

2 スラプ型2次元フォトニック結 晶の作製と特性

現実には3次元フォトニック結晶を作製すること は容易ではない.一方,フォトニック結晶による能 動素子,および受動素子を構成要素として含むよう な2次元光集積回路の開発は魅力に富んでいる.こ の立場からは,純粋な3次元結晶の代わりに,従来 の半導体光導波路による上下方向の光の閉じ込めを 用いたスラブ型2次元結晶(準3次元)を利用する 考えが有望である[1,2].我々は,光導波路の一 部に周期的に穴を開けて,かつ入出力用の導波路を





図1 (a) 試料の概念図 (b) 断面の SEM イメージ

もつエアロッド試料を作製して(図1),その特性を 解明する研究を進めている.第一段階として作製し た試料は, GaAs 下地結晶に 2 - μ m の厚さの A10.35Ga0.65As をクラッド層, 0.5 - µ mの Alo.10Gao.90As をコア層としてエピタキシャル成長さ せ,リソグラフィー,ドライエッチングにより 0.7 - µ m の深さの穴を開けたものである.さらに, エッチングにより 3.0 - µm 幅の導波路を形成し た.作製したフォトニック結晶は3方晶で,2次元 ブリュアンゾーンの対称性の高い - X, および - 〕方向に光を伝播させることができるもので, その方向に,5,10,および20列(周期Nはこの 半分)をもついろいろな試料である[3].格子定数 a,空気の占有率fに関しても,それぞれ0.25~ 0.35µm, 0.25 ~ 0.50 の範囲の多くの試料を準備し た[3]. チタンサファイアレーザーを用いて, 0.85 ~ 1.10 µ m の範囲で透過率の波長依存性を測定し た.なお,入出力用の光導波路は,上下方向に関し

ては TM および TE の基本モードのみが伝播できる. これらは,フォトニック結晶では電場および磁場が エアロッドに平行なモードにそれぞれ対応する.

図2(a)に透過スペクトルの1例を示す.この 例を含めて多くの測定結果は,試料の有効屈折率を 3.39としてエアロッドが無限に長い場合のパンドの 計算結果[図2(b)]で概ね説明できる.図2では,

- X 方向のE 偏光に対する第2 バンドギャップ, 並びに非結合バンドによる透過率の減衰が観測され ている.僅か5列(2.5周期)の試料でギャップで の透過光の減衰量が25dB以上であることは注目に



図2 (a)E,H 偏光の透過スペクトル(b)E 偏光のフォ トニックバンド構造.観測領域は斜線で示されている部分 で,実線,破線はそれぞれ,偶,奇対称モードをあらわす

値する.なお,10列(5周期)では39dBの減衰で ある.

ごく最近, MIT のグループが, この様なスラブ結 晶(ただし,無限に広い場合)の固有モード(表面 モード)の存在条件と,フォトニックバンドギャッ プの有無について理論的考察を行っている[4].今 回の試料では厳密な意味では固有モードは存在しな い.しかしながら,E偏光では,N<5,f<0.36 の試料の第2バンドでの絶対透過率は40%以上場 合によっては80%に達しており,したがって現実 には輻射場の制御に十分に役に立つというのが一応 の結論である.ただし,いくつかの問題も生じてい る.現在,格子定数をさらに小さくして第1ギャッ プに達するような試料,並びに穴をさらに深く掘っ た試料の特性を調べている.

なお,試料はフェムト秒テクノロジー研究機構 (FESTA)と共同で作製した.

- [参考文献]
- J. D. Joannopoulos, R. D. Meade and J. N. Winn, *Photonic Crystals* (Princeton Univ. Press, Singapole, 1995).
- [2] D. Labilloy *etal.*, Phys. Rev. Lett. 79, 4147 (1997).
- [3] K. Inoue, N. Kawai *etal.*, CLEO Pacific Rim '99, vol. 2, 563 (IEEE, New Jersey, 1999).
- [4] S. G. Johnson *etal.*, Phys. Rev. B60, 5751 (1999).

集積型金属錯体 LB 膜の非線形光学特性

量子機能素子研究分野 川俣 純

非線形光学定数測定法が要求する安定かつ良質な試料を,金属錯体により作製することは難しいため,金属錯体の非線形光学挙動はこれまで殆ど調査されてこなかった.当研究分野では,粘土鉱物単一層と金属錯体とを集積化したLangmuir-Blodgett(LB)膜が機械的・熱力学的に安定で,非線形光学定数測定に好適であることを見いだした.現在,様々な粘土や金属錯体からなる集積型LB膜を作製し,その二次の非線形光学定数を系統的に調査している.

1 はじめに

遷移金属と有機物による配位子からなる金属錯体 は,配位子から中心金属への電荷移動(Charge Transfer; CT),或いは,中心金属から配位子への CTにより,中心金属や配位子単体の場合には見ら れない新たな電子状態が発現する.それに起因し て,光学的,電気的,磁気的性質などにおいて,物 性の観点から興味深い性質を示す例が数多く報告さ れている¹⁾.

これら錯体の伝導性・磁性に関しては,分子構造 や結晶構造と物性測定の対比から,分子及び結晶の 設計指針が導かれ,所望の物性を持った材料を設計 することがある程度まで可能となってきている¹⁾. 一方,錯体の光物性,特に非線形光学特性に関する 実験的研究は少なく,未だ実験データの蓄積に立脚 した明確な材料設計指針が提示されるには至ってい ない.その主たる理由は,通常用いられる非線形光 学定数評価法が要求する,安定かつ良質な試料を得 る事に多大な努力が必要だからである.

数少ない実験の中で,いくつかの錯体の非線形光 学定数が,代表的な単一化合物の非線形光学定数 より大きい例が報告されている².この事は,錯体 が潜在的に大きな非線形光学定数を持つ可能性を示 唆している.加えて,CT相互作用に起因する非線 形光学効果は極めて大きいとの理論的予測もある³⁾. さらに,錯体には,発現する様々な物性,即ち,導 電性や磁性などと,高い光学的非線形性を併せ持つ 事により実現する,新たな機能を持った材料群を創 製できる可能性が秘められている.以上の事情か ら,錯体の非線形光学特性の実験的研究には大きな 関心が寄せられている.特に,伝導性・磁性等の材料設計と同様に,非線型光学特性に優れた材料を効率よく得るための分子設計指針を導き出す事が渇望されている.そのためには,多くの錯体に対して,分子構造の変化に対する非線型光学定数の変化を系統的に調査することが不可欠である.

2 LB **膜利用の利点と問題点**

実際の錯体結晶においては,構成分子が対称中心 を持たずに配向することは極めて希で,二次の非線 形光学効果は発現しない事が多い.しかるに,水平 付着法で得られるLB 膜では,分子の再配列が起こ らなければ,分子配列が一方向に揃った,対称中心 を持たない系が実現できる.二次の非線形光学応答 は,結晶中での分子配列に非常に敏感である.従っ て,我々が目的としている,物質の変化に対する二 次非線形光学定数の変化に関する系統的な調査を行 う対象として,分子配列を固定できるLB 膜の利用 は非常に好都合である.

しかるに,対称中心のない X 型や Z 型の膜は, 機械的・熱力学的に不安定で,対称中心のある Y 型膜に再配列を起こすことが多い.この事が,これ まで錯体 LB 膜の非線形光学定数の測定を妨げてき た大きな要因の一つとなってきた. 3 粘土 - 金属錯体ハイブリッド LB 膜

粘土鉱物がイオン性分子や極性分子と混ざるだけ で自発的に分子を層間に取り込み,層間化合物を形 成することは良く知られている.そこで,粘土単一 層と金属錯体のLB 膜を集積化する事による,安定 かつ堅牢な金属錯体 LB 膜の作製を試みた.

粘土 - 金属錯体 LB 膜の製法を図1 に示す.陽イ オンの単分子膜を粘土の水分散液の上で形成する



図1,粘土-金属錯体ハイブリッド膜の作製方法.



図 2, 粘土 - 金属錯体ハイブリッド膜の SHG 測定例.用いた金属錯体 [Ru(4,7-diphenyl-1,10-phenanthroline)] (ClO4)の構造式と,そのモンモリロナイトとのハイブリッド 膜の干渉フリンジ測定結果(入射光,SH光ともにp偏光).

と, 剥離した粘土層が静電気力によって膜に張り付き, その結果粘土単一層に裏打ちされた金属錯体の 単分子膜が形成される.それを累積することで, LB 膜が得られる.

SHG 測定結果の一例として,水平付着法で作製 した(モンモリロナイト) - [Ru(4,7 - diphenyl -1,10 - phenanthroline)【CIO4)八イブリッド単分 子膜の光第二高調波発生(SHG)干渉フリンジパタ ーンを図2に示した.明瞭な干渉フリンジパターン が観測されている.SHG 強度の経時変化の実験か ら,この膜が,少なくとも一ヶ月は再配列を起こさ ず,SHG 挙動の研究に極めて好適であることを確 認した.現在は,SHG 強度の粘土依存性,粘土濃 度依存性,金属錯体の変化による強度変化など様々 な試料に対し様々な観点から詳細な検討を加え,膜 の構造並びに構成物質の変化に対する非線形光学挙 動の変化について調査しているところである.

以上のように,これまで錯体 LB 膜の非線形光学 測定を妨げてきた多くの問題を解決し,順調にデー タが採集できるようになった.従って,近い将来, 錯体による非線形光学材料の分子設計指針がある程 度導けるものと考えている.

謝辞

本研究は,北海道大学大学院・理学研究科,山 岸晧彦教授・尾形雄一郎氏との共同研究である.こ の場を借りて厚く御礼申し上げます.

[参考文献]

- [1] 日本化学会編: 電子系有機固体; 分子設計・ 電子物性(電荷とスピン)・応用,季刊化学総説 35(学会出版センター,1998)
- [2] H. S. Nalwa: Advanced Material, 5(1993)341-358.
- [3] 十倉好紀: "有機非線形光学材料の新しい可能 性",日本化学会編: 非線形光学のための有機 材料,季刊化学総説 15(学会出版センター, 1992)191 - 203.

DNA 複合単分子膜を場とした光誘起電子移動

分子認識素子研究分野 居城 邦治,池田 俊明,下村 政嗣

二重らせん DNA はその内部に 電子を多く含む核酸塩基対が1次元にスッタクしていることから 電子機能材料として注目されている.ここでは電子ドナー分子を含む気水界面単分子膜と DNA を複 合化することで作製したポリイオンコンプレックス単分子膜を電極上に固定化して,電気化学的手法 により DNA を場とした光誘起電子移動を調べた.

1 はじめに

DNA (デオキシリボ核酸)は、地球上のすべての 生物が持っている有機化合物であり,遺伝をつかさ どる, いわば生命の設計図である. DNA の二重ら せん構造の中では, 電子に富む塩基対が密に重な り合っていることから, DNA の電子移動媒体とし ての可能性が最近指摘されている[1].二重らせん DNA の直径は約 2nm であるが, その長さは数 mm に達するものもある.我々の研究室では,このよう な細長い DNA を伸ばし, 固体表面上に並べて新し い有機分子素子を作製することを目指している [2 - 4]. ここでは, DNA にインターカレーション し,かつ電子ドナーとして働く C18AO *とカチオン 性マトリックスである 2C18N + 2C1 からなる二成分単 分子膜と DNA との複合単分子膜を Langmuir-Blodgett (LB)法で電極基板に移し取り,電気化学 的手法により光電流を測定することで, DNA の光 誘起電子移動特性を調べた.

2 実験

核酸高分子およびアニオン性高分子水溶液上に二 成分単分子膜(C18AO*と2C18N*2C1)を作製し, 分子占有面積1.4nm²においてITO 電極上に垂直浸 漬法により1層を移し取り修飾電極を作製した.こ の修飾電極を犠牲還元剤であるEDTA を含む支持 電解質に浸漬して,紫外線をカットした水銀ランプ からの光を照射して光電流をポテンシオスタットに より測定した.(図1)また,488nmのパルスレー ザー光を照射して,ピコ秒蛍光寿命測定装置(浜松 ホトニクス社)によりガラス基板に移し取った単分 子膜中に含まれる CtaAO *分子の蛍光寿命の測定を した.



図 1 DNA と複合化した二成分単分子膜における光誘起電 子移動の模式図

3 結果および考察

各下水相上で作製した二成分単分子膜の蛍光強度 及び蛍光寿命を図2に示す.Poly(A)・Poly(U) 上では $C_{18}AO^+$ のインターカレーションにより蛍光 強度の著しい増大が見られた.それに対してグアニ ンを含む Poly(G)・Poly(C)上では蛍光消光が 観察された.Poly(G)・Poly(C)上では,蛍光 強度の相対値が寿命の相対値より小さいことから, グアニンとの電子移動による静的消光がおこってい ると考えられる[5].



図3に各高分子と複合化した二成分単分子膜修 飾電極の光電流応答を示す . 対照として用いたカル ボキシメチルセルロース (CMC) より核酸ポリマー の方が大きな光アノード電流を発生した.アクショ ンスペクトル測定より,光電流の発生は C18AO *分 子のアクリジンオレンジ励起に基づくものであるこ とがわかった.C18AO * は核酸ポリマーにインターカ レートするために, CMC 複合膜に比べ蛍光寿命が 伸び(図2),その結果大きな光電流を発生したと 考えられる.それに対して,寿命の短N Poly (G) · Poly (C) の複合膜において最も多くの光電 流が発生した.Poly(G)・Poly(C)では C18AO + の蛍光が静的に消光されること, また4種 類の核酸塩基の中でグアニンの酸化還元ポテンシャ ルが最も高いことから, C18AO +の励起状態がグア ニンを酸化しているものと思われる. すなわち,光 励起された C18AO +分子ヘグアニンから電子移動が おき, グアニンのカチオンラジカル(ホール)が形 成される.生成したホールがスタックしたグアニン 残基間を効率よく移動するならば, CuaAO *がイン ターカレートした Poly (G) · Poly (C) は光導電 性を示すと考えられる.

[参考文献]

- [1] J. A. Cowan, *JBIC*, 3, 195 (1997)
- [2] K. Ijiro, M. Shimomura, M. Tanaka, H. Nakamura, and K. Hasebe, *Thin Solid Films*, 284-285, 780 (1996)
- [3] K. Kago, H. Matsuoka, R. Yoshitome, H. Yamaoka,

K. Ijiro, M. Shimomura , *Langmuir*, 15, 5193 (1999)

- [4] K. Ijiro, T. Ikeda, M. Shimomura, Mol. Cryst. Liq. Crys., 327, 45 (1999)
- [5] H. Sugiyama and I. Saito, J. Am. Chem. Soc., 118, 7063 (1996)

光断層イメージングシステムを用いた脳機能計測

超分子分光研究分野 星 詳子

64 チャネル時間分解光断層イメージングシステムを用いて digit span backward task による脳の賦 活部位を 8 人の健康成人を対象に検討した.4 人の被験者で右側,他の4 人では左側の dorsolateral prefrontal cortex (DLPFC)で有意な酸素化ヘモグロビンの増加が認められたが,右側で増加を認め た被験者の方が task performance は良かった.従って,この task はワーキングメモリーに関与する 部位を賦活化し,また視覚空間的ワーキングメモリ-が task 遂行に有利に働くと思われた.

1 はじめに

近赤外分光法は近赤外光を生体に照射し,透過し てきた光の強度を測定することにより,組織中のへ モグロビン(Hb)の濃度変化を求めることができ る.本法は脳神経活動にカップリングした血流の変 化に伴う Hb の濃度変化を測定することにより脳の 活動状態を捉えることができ、新しい脳機能計測法 として注目されている[1]. 一般に市販されている 近赤外分光装置は連続光を光源としており,このタ イプの装置では生体における光路長を測定すること ができないため変化量の絶対値を算出することはで きない.しかし,脳機能の局在を画像化するために は複数の部位を測定し,それぞれの部位で時間分解 計測を行って平均光路長をもとめ変化の絶対値を算 出する必要がある.そこで開発されたのが,通産省 と NEDO のプロジェクトによる 64 チャネル時間分 解光断層イメージングシステムである[2].

digit span backward task は古くから知能検査に用 いられてきたが,その psychological process におけ るワーキングメモリ - の関与については今だ異論が 多い.そこで今回は64 チャネル時間分解光断層イ メージングシステムを用いて digit span backward task によって賦活される部位を調べ,同時に本シス テムの有用性を検討した.

2 対象と方法

2,1, 対象

8 名の健康成人(女4,男4,21 - 33歳)を対 象とした.被検者よりインフォームドコンセントを 得た後各測定を行った.

2,2, 64 チャネル時間分解光断層イメージン グシステム

システムのブロックダイアグラムを図1に示す.3 波長(780,805,830nm)のピコ秒の短パルスレー ザー光を光源とし,中央が送光用,外側が受光用の ライトガイドを通じて光を照射し,透過光をそれぞ れ64個の時間分解計測システムに導いて酸素化 (oxy-Hb)と脱酸素化 Hb (deoxy-Hb)の変化量を モル濃度で算出し画像化を行う.



図 1 64 チャンネル時間分解光断層イメージングシステムの ブロックダイアグラム

2,3, digit span backward (DB) task

被検者は読み上げられた3桁の数字を逆順に復唱 し,正確に言えた時は桁数を順にあげていき,でき ない時はまた3桁へ戻した.コントロールタスクと して順方向に復唱する digit span forward (DF) task を用いた.



2,4, 測定手順

今回は14 チャンネルを用い, ライトガイドを図2 に示す様に前額部に設置した.被検者は薄暗い静か な部屋で椅子に座り閉眼で5分以上安静状態を保っ た後2分間のDFtaskを行い,さらに5分おいて2 分間DBtaskを行った.それぞれのtask 直前98秒 間の安静時とtask開始10秒後より98秒間の測定 を行なった.まず,それぞれtask中のHbの値と直 前の安静時の値の差を計算し(DF-rest,DB-rest), 次にDB-restとDF-restの差画像を求めた.検査終 了後MRIでライトガイドが設置された部位を確か め,これに基づいて3-DMRI画像に光イメージン グの結果を重ねた.

3 結果(表1)

光脳機能計測では oxy-Hb が脳血流変化の良い指 標であり,ここでは oxy-Hb の結果を示す.4名の 被験者において左側の DLPFC で有意な oxy-Hb の 増加が認められ,他の4名では右側の DLPFC で増 加が認められた.oxy-Hb の増加量は被検者により 異なり,ここで観察された左右差や task performance との間に相関は見られなかった.task performance は DFtask では被験者間に差は認められ なかったが, DBtask では右側 DLPFC が賦活化され た被験者の方が左側が賦活化された被験者よりも大 きな桁数まで復唱することができた.

			∆[oxy–Hb]	task performance (最大桁数)	
被験者	左/右	Brodmann領域	(μ M, mean \pm SD)	DF	DB
1	左	9/46	3.16 ± 0.62	7	4
2	右	9/46	1.95 ± 0.29	8	7
3	左	9	1.27 ± 0.22	7	4
4	右	46/45	5.95 ± 0.83	8	7
5	左	46/45	4.81 ± 1.16	7	3
6	左	8/9	1.49 ± 0.24	8	4
7	右	9	2.8 ± 0.7	7	7
8	右	9	2.69 ± 0.66	8	5

表 2 脳賦活部位と task performance

4 考察

DLPFC はワーキングメモリーを担う部位である といわれているが [3],一般に左側は言語性ワーキ ングメモリーを,右側は視覚空間性ワーキングメモ リーを担っていると言われている [4].従って,DB task は DFtask に比べよりワーキングメモリーに関 与する部位を賦活化すると結論できる.また, DBtask を遂行するには,数字を言語として覚える 方法と,空間的配列で覚える方法があるが,今回の 結果は後者の方法をとった方がより大きい桁数まで 覚えられることを示唆していた.

5 結論

多チャネル時間分解光断層イメージングシステム は cognitive task など複雑な脳機能のマッピングに 用いることができる.本システムは PET や fMRI に 比べて簡便な装置であり,また比較的非拘束状態で の測定を可能にし,今後新しい脳機能イメージング 法として期待される.

[参考文献]

- [1] Y. Hoshi, M. Tamura. J. Appl. Physiol. 75, 1842 (1993).
- [2] H. Eda, I. Oda, Y. Ito, Y. Wada, Y. Oikawa, Y. Tsunazawa, M. Takada, Y. Tsuchiya, Y. Yamashita, M. Oda, A. Sassaroli, Y. Yamada, M. Tamura, Rev.

Sci. Instrum. 70, 3595 (1999).

- [3] A. Baddeley. Science, 255, 556 (1992).
- [4] E. E. Smith, J. Jonides, R. A. Koeppe, Cereb. Cortex. 6, 11 (1996).

近赤外分光法を用いたヘモグロビン系人工酸素運搬体の評価 酸素親和性の影響

超分子分光研究分野 坂野上 淳

人工酸素運搬体,ウシヘモグロビンポリエチレングリコール架橋体(PEG-Hb)の生体組織における酸素運搬機能を血液置換ラットと近赤外分光法を用いて検討した.酸素親和性の異なる2種類の PEG-Hbにより置換されたラットの脳はともに酸化状態を保ち,低酸素呼吸下においては酸素親和性の高いPEG-Hbが酸化状態を保つのに有利であった.

1 **はじめ**に

低酸素呼吸下における血液中ヘモグロビンの酸素 親和性に関しては諸説があり,例えばLenfant ら[5] は高地順応において2,3-DPG およびPso(50%酸 素飽和を与える酸素分圧)の増加を報告する一方, Eaton ら[2]は低酸素下においてラット血液のPso の低下が生存率を上げたとしている.今回,酸素親 和性を変化させたウシヘモグロビンポリエチレング リコール架橋体により血液置換されたラットを用 い,近赤外分光法により脳内チトクロームオキシダ ーゼ酸化率を求め呼吸酸素濃度との関係を検討し た.

2 実験

2,1, polyethyleneglycol-conjugated hemoglobin (PEG-Hb)の作製

ウシ赤血球から取り出したヘモグロビンを Benesch ら [1]の方法により分子量約 3000 のポリ エチレングリコール (DEAC-30HC, NOF Co.)で 架橋した.アロステリック因子として PLP を添加し 酸素親和性に変化を持たせた.今回の実験に用いた 2 種類の PEG-Hb 水溶液のヘモグロビン濃度は 5%, P50 はそれぞれ 20,40 Torr であった(図1).



図1 PEG-Hbs およびラット血液の酸素解離曲線.順に,# 20 (PLP/Hb = 0, P₅0 = 19.5 Torr),#40 (PLP/Hb = 2.5, P₅0 = 40.5 Torr),およびラット血液(P₅0 = 36.5 Torr)で ある.挿入図はPEG-Hbの概念を表す.PEG チェーンはア ミノ基を介してヘモグロビン表面のLys 残基に結合し,1量 体から3量体が混在している.

2,2, 近赤外分光法によるラット血液置換モデルに おける PEG-Hb の評価

オスのWistar ラットを麻酔下において固定したの ち大腿静脈から PEG-Hb を注入すると同時に大腿動 脈から脱血し最終的に 80 %の血液を PEG-Hb に置 換したモデルを作製した.生理学的パラメータとし て全身血圧,動静脈血中酸素分圧を測定した.分光 測定には光源として回転円盤と4種のフィルターを 組み合わせた USP430B (UNISOKU Co.)を用い4 波長の吸光度から全へモグロビン量,へモグロビン 酸素化率およびチトクロームの酸化率を求めた[3, 4].血液置換後,呼吸酸素濃度(FiO2)を徐々に減 少させ,その影響が上記の定量におよぼす影響を調べた.コントロール実験として PBS で体内へモグロ ビンを等量にしたモデル (normal model)を作製した.



図 2 血液置換後の呼吸酸素濃度変化に対する脳内へモグロ ビン酸素化率とチトクロームオキシダーゼ酸化率の変化.

3 結果と考察

図2にFiO2に対する脳内ヘモグロビン酸素化率 およびチトクロームオキシダーゼ酸化率を示した. #40とnormal ラットがFiO2 = 17%で約50%の ヘモグロビンが脱酸素化されるのに対し,#20で はFiO2 = 7%であった.静脈血中の酸素分圧と脳 内ヘモグロビンの酸素化率のプロットは各PEG-Hb と赤血球の酸素解離曲線を反映していた(図略). これは脳内ヘモグロビンは主に静脈血を反映するか らである.チトクロームの還元においても#20は 低酸素呼吸下において#40とnormal ラットより FiO2の低い領域までチトクロームが酸化型を維持し た.これは#20の解離曲線が他の2つより低圧側 にシフトしているため動脈血の酸素飽和度が高く, 酸素供給量に余裕があったためだと考えられる.ま た,低酸素呼吸下では静脈血酸素分圧の低下 (venous hypoxia)が起こり組織に酸素が渡されたと 考えられる.

図3に脳内ヘモグロビンの酸素化度とチトクロー ムの酸化率の関係を示した.2種類のPEG-Hb(# 20,#40)およびラット赤血球は同一の傾向を示 し,酸素化ヘモグロビンが60%以下でチトクロー ムオキシダーゼは徐々に還元された.すなわち組織 の酸化率は静脈血中のヘモグロビン酸素化度の"余 裕"に依存しており,血液の酸素親和性には依存し ていない.これは組織内ミトコンドリアの酸素親和 性がヘモグロビンより遙かに強いためである.

以上から, PEG-Hb による血液交換実験において は酸素親和性が高い(P₅ が低い)へモグロビンで置 換されたラットが低酸素下で生き延びることが示唆 された.この現象はラマやヒト胎児など低酸素下で 生きる一部の哺乳動物で観察されるものである.た だし,循環器系の変化(心拍数,血圧等)を伴う運 動中あるいは脱血ショック下においてはこの限りで はない.



図3 脳内ヘモグロビン酸素化率とチトクロームオキシダー ゼ酸化率の関係.

[参考文献]

- Benesch RE, Benesch R, Renthal RD, Maeda N. Biochemistry 11: 3576 (1972).
- [2] Eaton JW, Skelton TD, Berger E. Science 183: 43 (1974).
- [3] Hazeki O, Tamura M. Adv *Exp Med Biol* 248: 63 (1989).
- [4] Hoshi Y, Hazeki O, Kakihana Y, Tamura M. J Appl Physiol 83(6): 1842 (1997).
- [5] Lenfant C, Torrance J, English E, Finch CA, Reynafarje C, Ramos J, Faura J. J Clin Invest 47: 2652 (1973).

レーザー光の放射圧を用いた分子集合構造の形成

光システム計測研究分野 堀田 純一

レーザービームを顕微鏡下で集光するとピコ~フェムトニュートンの放射圧(光の力)が発生し,集 光位置に微小物体を捕捉することができる.本稿では,高分子ミセル溶液に放射圧を作用させること により高分子凝集体を形成した実験について紹介する.

1 **はじめ**に

放射圧は,光の運動量が変化することにより作用 する力であり,1970年にAshkinが微粒子捕捉に利 用して以来,数多くの活発な研究がなされ,今日で は,非破壊,非接触に微粒子,液滴,細胞等をマニ ピュレーションできる手法として広く応用されている [1].我々の研究グループでは,放射圧を用いて溶液 中の高分子,ミセル,膨潤ミセル等を捕捉し,単一 高分子微粒子[2,3],単一微小液滴[4]等を形成 することに成功している[5].本稿では,我々のレ ーザー捕捉システムについて説明し,放射圧による高 分子ミセル凝集体形成の実験結果について紹介する.

2 **実験方法**

本研究で用いた実験装置を図1に示す.放射圧を 発生させるためのレーザー光源として,近赤外レー **ザー(連続発振** Nd³⁺: YAG レーザー, 波長 1064nm)を用い,対物レンズ(100倍, NA 1.3) により波長程度 (~1 µ m)のスポットに集光し た.集光位置付近における高分子や膨潤ミセルの凝 集挙動を観察するために He-Ne レーザーを同じ位置 に集光し,後方散乱光を CCD カメラにより観測し た. さらに,形成された高分子微粒子,微小液滴内 部の状態に関する情報を得るために, 内部に含有さ せた蛍光性色素分子に紫外レーザー光を照射し,共 焦点光学顕微鏡と時間相関単一光子計数装置を組 み合わせた三次元空間分解・時間分解蛍光分光シス テムにより蛍光スペクトル・蛍光減衰波形を解析し た.これらの手法を駆使することにより,マイクロ メートルオーダーの形態変化とともに微視的な状態 変化についての知見を得ることができる.



3 結果と考察

集光レーザービームの放射圧により,高分子溶 液,膨潤ミセル水溶液,液晶薄膜において,単一高 分子微粒子生成[2,3],単一微小液滴生成[4], 欠陥のマニピュレーション[6]が可能であったが, ここでは図2に示すシクロドデシル基とピレニル基 を含む2 - アクリルアミド - 2 - メチルプロパンス ルホン酸共重合体(poly(A/Cd/Py))[7]の水溶液 中微粒子形成実験[2]について説明する.



図2 poly (A/Cd/Py)の構造式

poly (A/Cd/Py)は,水溶液中で単一高分子ミセ ル(ユニマーミセル)を形成し,濃度を上げても静 電反発によりお互いに会合しない.実験に用いた poly (A/Cd/Py)の分子量は 5.1 × 10⁵ であり,水 中ユニマーミセルの半径は 5.5nm である.本実験で は試料溶液として poly (A/Cd/Py)の重水溶液を用 いた.溶媒に重水を用いた理由は,レーザー光の吸 収による温度上昇を避けるためである.放射圧発生 用の YAG レーザー光を試料溶液に導入すると,直 ちに He-Ne レーザー光の後方散乱光が検出された. さらに YAG レーザー光の照射を続けると,後方散 乱光強度が徐々に増加した(図3).十分長時間 (30 分程度)放射圧を作用させた後,1 µ m 程度の 高分子ミセル凝集体が確認された . YAG レーザー を切ると,凝集体はユニマーミセル同士の静電反発 により瞬時に溶解した.形成凝集体内部における高 分子の状態を解析するために poly (A/Cd/Py) 中の ピレンを光励起してその蛍光を解析したところ,ピ レンモノマーの蛍光スペクトルに変化がなかったこ とから、凝集体内部ではユニマーミセルの構造を保 持しており,会合せずに寄せ集められた状態になっ ていることがわかった.



10 µm

図3 単一高分子微粒子形成過程における He-Ne レーザー の後方散乱像 左から,(a)放射圧作用前,(b)放射圧作 用後5分,(c)25分

4 おわりに

これまでの研究により,高分子溶液,膨潤ミセル 水溶液,液晶薄膜等,ソフトマテリアルに放射圧を 作用させ,その集合構造を変化させることが可能で あることが明らかとなった.今後,新しい光学特 性,光反応性,触媒性等を持つ集合構造の創製を目 指し,分極率,水素結合性,反応性,蛍光性等を 分子設計によりコントロールした分子系と金属,半 導体微粒子を組み合わせた複合系について研究を展 開していきたいと考えている.

- [参考文献]
- [1] H. Masuhara et al (eds.), Microchemistry, Elsevier, Amsterdam, (1994).
- J. Hotta, K. Sasaki, H. Masuhara, and Y. Morishima, J. Phys. Chem. B, 102, 7687 (1998).
- [3] J. Hofkens, J. Hotta, K. Sasaki, H. Masuhara, T, Taniguchi, and T. Miyashita, J. Am. Chem. Soc., 119, 2741 (1997).
- [4] J. Hotta, K. Sasaki, and H. Masuhara, J. Am. Chem.

Soc., 118, 11968 (1996).

- [5] **堀田純一,笹木敬司,増原宏,レーザー研究,**25, 760 (1997).
- [6] J. Hotta, K. Sasaki, and H. Masuhara, Appl. Phys. Lett., 71, 2085 (1997).
- [7] Y. Morishima, S. Nomura, T. Ikeda, M. Seki and M. Kamachi, Macromolecules, 28, 2874 (1995).

言語に関連した脳活動を調べる

量子計測研究分野 竹内文也,砂盃尚子,栗城真也

時間分解能に優れた無侵襲脳機能計測手段である MEG を用いて,言語に関わるヒトの脳活動,特に「文字と単語」の視覚情報処理に関する脳活動部位の違いと,「つづりから意味へ」の情報処理にかかわる脳活動部位を調べることを目的に2種類の実験を行った.その結果,単語呈示後150-250msでは視覚領周辺の皮質,特に左脳底部において視覚単語に対する形態的な処理が行われ,その後側頭連合野に単語情報が遷移し,側頭後端において単語の意味処理や音韻変換が行われると推測された.

1 **はじめ**に

文字として呈示された言葉を処理する機能にはい くつかのステップがあると考えられている.まず, 目に呈示された情報が文字や単語であるかパタンで あるかなどを知るための視覚的な情報処理,次に文 字や単語を読むための処理(音韻変換),さらに音 を意味へ結びつける処理(意味処理)などがある.

本論文では,時間分解能に優れた MEG の手法を 用いて,ヒトの言語機能のうち,視覚領近傍におけ る文字と単語との視覚情報処理の違い[1]と,側 頭から後側頭にかけての意味処理に伴う脳活動[2] を調べた結果について述べる.

2 文字と単語

2,1, 実験方法

脳磁界応答を誘発する刺激(1個のひらがな文 字,あるいはひらがな3文字からなる単語)に先だ って予備刺激を与え,誘発刺激に対する予備刺激の 弁別結果をボタン押しで回答させた.予備刺激は, 文字刺激では2個のひらがな文字,単語刺激では2 個のカテゴリーであって,被験者はそれぞれ共通母 音の弁別と,分類分けを行う.

被験者は右手利きの男性6名である.2基の37 チャネル SQUID 磁束計(岡崎国立共同研究機構生 理学研究所)を用い,後頭から後側頭にわたる領域 を左右同時に計測し,信号源を推定した.

2,2, 結果および検討

刺激呈示後,150-250ms で推定された信号源の例 を図1に示す.信号源(a)は,右の後頭頭頂溝に, (b)は左の紡錘状回に,(c)は左の後頭回の外側に 位置する.推定されたすべての信号源についてその 位置をまとめた結果が図2である.信号源は,単語 に対しては後頭から側頭にかけての左右の脳底部と 左の内側部に,文字に対しては右の外側部から脳底 部,内側部にわたる広い領域と,左の内側部に位置 した.単語刺激では内側部の活動は左に限られてい ることがわかる.



図1 MR 画像に重畳した推定信号源

(a)右頭頂後頭溝,(b)左紡錘状回,(c)左後頭回外側



図2 文字刺激と単語刺激に対する信号源位置のまとめ

後頭葉内側部左側では,視覚単語の認知に特異的 な活動部位であるという報告[3]とそれを否定す る報告[4]が出されており,picture naming のよう な物体の処理においても活動が観測されている[5]. カタカナ文字を用いた MEG 研究においても,本実 験の文字刺激と同様な結果が得られている.また, 脳底部の舌状回や紡錘状回は,色や文字列,単語, 顔などに反応することが知られており[6],下側頭 回後部や紡錘状回は日本語かな単語や英単語で左優 位に活動する[7,8].

これらのことと併せて本実験の結果を検討する と,視覚単語に特異的な処理に関連する可能性があ る部位として左脳底部の活動領域が挙げられる.

3 つづりから意味へ

3,1, 実験方法

呈示された3文字のひらがなからなる名詞単語が 抽象名詞であるか具象名詞であるかを弁別させる課 題を遂行中に,名詞単語に誘発される脳磁界を計測 し,側頭あるいは後側頭における意味処理に関わる 脳活動を調べた.

被験者は右手利きの男性5名,女性1名である. 先の実験と同じ装置を用い,側頭から後側頭にわた る領域を左右同時に計測し,信号源を推定した.

3,2, 結果および検討

刺激呈示後 340-530ms で左半球に推定された信 号源のいくつかを被験者毎の MR 像に重ねて図 3 に 示す.S1 では,上・下側頭溝周辺に,S2 では上側 頭溝周辺に,S3 では上側頭溝およびシルビウス裂 後端に位置した.推定されたすべての信号源につい てその位置をまとめた結果が図 4 である.潜時 300-400ms の信号源は,左紡錘状回付近,左上側頭溝 中部,左海馬傍回に位置した.潜時 400-600ms で は左上側頭溝中部周辺と右シルビウス列周辺に位置 した.左紡錘状回付近[1,6,8] や左上側頭溝付 近[9]は言語処理に関わる活動が多数報告されて いる部位である.左上側頭溝後部周辺は Werniche 言語野を含む領域であり,海馬傍回は記憶に関連し た研究[10]が報告されている.



○ 340-390ms △ 420-470ms □ 470-530ms

図3 MR 画像に重畳した推定信号源 S1,S2,S3 は被験者の違いを示す.



図 4 潜時 340-530ms における信号源位置のまとめ

これらのことと併せて本実験の結果を検討する と,潜時 300-400ms の活動は単語の認知や弁別に 関する処理に対応すると考えられる.ただし,この 処理の中には紡錘状回や上側頭回で行われる文字単 語認知や音韻変換なども含まれていると思われる. 潜時 400-600ms の活動は単語認知後に行われる活 動,例えば,カテゴリ探索,判断などに関わると考 えられる.

4 **まとめ**

「文字と単語」と「つづりから意味へ」の2 種類 の実験より,以下のことが推測された.

(1) 潜時 150-250ms では視覚領周辺の皮質,特に 左脳底部において視覚単語に対する形態的な処理が 行われ,(2) その後の潜時 300-340ms で側頭連合 野に単語情報が遷移し,側頭後端において単語の意 味処理や音韻変換が行われる.

5 謝辞

本研究を行うにあたり御討論いただいた生理学研 究所柿木隆介教授,小山紗智子助手,並びに実験 にご協力いただいた同永田治,竹島康行両技官に感 謝致します.

[参考文献]

- [1] S. Kuriki, et al., Cogn. Brain Res., 6, 193, 1998.
- [2] 砂盃尚子ほか, 医用電子と生体工学, 37, 235, 1999.
- [3] S. E. Petersen et al., Science 249, 1041, 1990.
- [4] C. J. Price et al., Brain, 117, 1255, 1994.
- [5] S. Kuriki et al., Cogn. Brain Res., 4, 185, 1996.
- [6] S. Y. Bookheimer et al., Human Brain Mapping, 3, 93, 1995.
- [7] A. C. Nobre et al., Nature, 372, 260, 1994.
- **[**8 **]** Sakurai Y et al., NeuroReport, 4, 327, 1993.
- [9] 例えば, K. R. Pugh et al., Brain, 119, 1221, 1996.
- [10] T. Kato et al., Neuroreport, 9, 1041, 1998.

動脈硬化の発症・進展に係わる血管内皮細胞の アポトーシスに関する研究

自律調節研究分野 丹羽光一, 狩野 猛

動脈硬化の発症・進展に係わる血管内皮細胞のアポトーシスの分子機構を,培養ウシ血管内皮細胞を用いて検討した.その結果,過酸化水素(H2O2)による内皮細胞の DNA 断片化は細胞内 Ca²⁺のキレーター(BAPTA)により抑制され,PI3 キナーゼの阻害剤(wortmannin)により増強されることから,H2O2 は細胞内 Ca²⁺ 濃度を上昇させることによりアポトーシスを引き起こすこと,及びこの経路には PI3 キナーゼによる抑制機構が存在することがわかった.

1 はじめに

血管内皮細胞は血管の内側を一層に覆っており、 血中成分の血管壁への移行を制御するバリアとして の機能を有している.なんらかの原因で血管内皮細 胞のバリア機能に損傷が生じると, LDL (低密度リ ポ蛋白:コレステロールの担体)が血管壁に過剰に 取り込まれ蓄積することにより動脈硬化が発症する と考えられている.近年,動脈硬化病変の発症と進 展に関与する血管内皮細胞の損傷の一つとして、ア ポトーシスが考えられるようになった[1]. 動脈硬 化に関与する血管内皮細胞のアポトーシスの誘因と しては,酸化LDL[2]や白血球から放出された活 性酸素[3]による酸化ストレスが挙げられる.そ こで酸化ストレスによる内皮細胞のアポトーシスの メカニズムを知ることは動脈硬化発症・進展の理解 のために不可欠であると考えられるが,その細胞内 分子機構は未だ不明な点が多い.これまでの研究か ら,内皮細胞では酸化ストレスにより細胞内 Ca²⁺ 濃 度が上昇することが分かっている [4]. また他の細 胞において, アポトーシスの経路に PI3 キナーゼに よる抑制機構が存在すること[5], 及びミトコンド リアの膜電位の消失が関与していること[6]が示 唆されている.そこで本研究では,酸化ストレスに よる血管内皮細胞のアポトーシスの細胞内分子機構 の解明を目指し,細胞内 Ca²⁺ や PI3 キナーゼが関与 しているか否か,またミトコンドリアの膜電位の消 失を伴うものかどうかについて検討を行った.

2 試料および方法

ウシ血管内皮細胞を,20%のウシ胎仔血清を含む Iscov 培養液で培養皿中に単層培養した.培養は培養 器を用いて37,5% CO2の湿潤な環境で行い,細 胞が培養皿に隙間なく増殖した時点で実験を行った.

培養皿中の培養液を, HEPES 緩衝液(組成: NaCl,130; NaHCO3,5; NaH2PO4,1; KCl, 5; CaCl2,2; MgCl2,1; HEPES,10; glucose,5.単位 mM.)に置換し,1mM の過酸化 水素(H2O2)を添加して培養器内に1時間静置し た.その後 HEPES 緩衝液を Iscov 培養液に置換し, 培養器内に3 あるいは6時間静置した.BAPTA-AM の添加は内皮細胞を H2O2 にさらす前の30分間 だけ行い,その後は洗浄して細胞外液中の BAPTA-AM を取り除いた.その他の薬物は,細胞を H2O2 にさらす前の30分前から実験終了まで,培養液及 び HEPES 緩衝液中に添加した.3 あるいは6時間 後に細胞をトリプシンで剥がし,遠心分離及び洗浄 をした後,細胞を回収した.

DNA の断片化は,細胞から DNA をフェノール で抽出し,アガロース電気泳動を行った後,写真撮 影をして解析した.アポトーシスを引き起こした細 胞の割合を測定する実験では,回収した細胞の核を 蛍光色素 (propidium iodide)を用いて染色し,フ ローサイトメトリーを用いてアポトーシス分画の細 胞の割合を求めた.

ミトコンドリアの膜電位を調べる実験では,膜電 位感受性色素 DiOC6-3 で細胞を染色し,フローサ イトメトリーにより蛍光量の変化を調べた.

3 結果および考察

過酸化水素(H2O2)が血管内皮細胞の DNA の断 片化を引き起こすか否かを調べるため,アガロース 電気泳動を行った.図1Aは,血管内皮細胞をH2O2 に1時間さらした後,培養器内に6時間静置した試 料のDNAの電気泳動像を示したものである.H2O2 にさらした細胞ではDNA ラダー(階段状の泳動像) が認められ,H2O2 が血管内皮細胞のアポトーシスを 引き起こすことが分かった.アポトーシスを引き起 こした細胞の割合をフローサイトメトリーを用いて 測定した結果を図1Bに示した.内皮細胞をH2O2 に1時間さらした後,恒温槽に3時間静置すると, アポトーシス分画の細胞が増加していた.



図 1 DNA 断片の電気泳動像(A)及びフローサイトメトリ ーによるアポトーシスの定量(B)

フローサイトメトリーによってアポトーシスを起 こした細胞の割合が測定出来たので,細胞内情報伝 達経路の阻害剤を添加した後に細胞を H_2O_2 にさら し,阻害剤の影響を調べた.図2は H_2O_2 にさらし てから3時間後のアポトーシスを起こした細胞の割 合を示したものである. H_2O_2 によるアポトーシス は,カスパーゼの阻害剤であるz-VAD-fmk (30 μ M)の添加により抑制された.また,細胞内で Ca²⁺をキレートして細胞内 Ca²⁺ 濃度上昇を抑制する BAPTA-AM (10 μ M)を取り込ませた細胞では, アポトーシスが抑制された.これらの結果から, H_2O_2 は血管内皮細胞の細胞内 Ca²⁺ 濃度を上昇させ ることによりカスパーゼ依存性のアポトーシスを誘 発することが示された.次に PI3 キナーゼによる抑 制系が機能しているかどうかを調べるため, PI3 キ ナーゼの阻害剤である wortmannin を 0.1 µ M 添加 すると, H2O2 によるアポトーシスは増加した.この 結果から,H2O2 による血管内皮細胞のアポトーシス の細胞内経路には, PI3 キナーゼによるアポトーシ スの抑制系が存在することが示唆された . PI3 キナ ーゼは,多くの細胞において細胞増殖因子の受容体 刺激によって活性化され,抗アポトーシス作用を発 現することが知られている「5」が,本研究により, 血管内皮細胞においても酸化ストレスによるアポト ーシスを抑制していることが初めて明らかになった. PI3 キナーゼにより活性化され,抗アポトーシス作 用を発現すると考えられている Akt/PKB や Bcl-2 な どの抗アポトーシス蛋白が実際に活性化しているか 否かについても,今後検討をする必要がある.

次にH2O2による血管内皮細胞のアポトーシスの 細胞内経路にミトコンドリアの膜電位の消失が関与 しているか否かを検討した.アポトーシスを起こし た細胞の割合は、細胞をH2O2にさらしてから6時 間後では全体の約40%に達していたが、ミトコン ドリアの膜電位を調べたところ、対照群に比べて膜 電位は変化していなかった.このことより、H2O2に よる血管内皮細胞のアポトーシスにはミトコンドリ アの膜電位の消失は関与していないことが示唆され



図2 アポトーシスに対する各種阻害剤の効果.

内皮細胞を H_2O_2 に 1 時間さらした後, 3 時間静置して PI で染色し,フローサイトメトリーによりアポトーシスを起こ した細胞の割合を測定した.結果は平均値 ± 標準誤差で示 してある.(n = 4 ~ 7)

た.

4 おわりに

動脈硬化は,血管内皮細胞や平滑筋細胞の増殖 と細胞死の繰り返しによって発症・進展する複雑な 病態である.動脈硬化の発症と進展において内皮細 胞のアポトーシスの関与が示唆されてきたのはここ 数年のことであり,具体的にアポトーシスが病態に どのように係わっているかはほとんど分かっていな い.しかし動物実験においては,抗アポトーシス活 性をもつ薬物が動脈硬化の進展を遅延させるという 結果も得られており,内皮細胞のアポトーシスをタ ーゲットにした治療法も考案されつつある.このよ うな治療法を安全に臨床応用するためにも,内皮細 胞のアポトーシスの分子機構を解明し,理解するこ とが不可欠であると考えられる.

[参考文献]

- [1] 森下竜一,荻原俊男:医学のあゆみ.187:500 (1998).
- [2] Harada-Shibata M, Kinoshita M, Kamido H, Shimokado K: J. Biol. Chem. 273: 9681 (1998).
- [3] Ricevuti G: Ann. NY Acad. Sci. 832: 426 (1997).
- [4] Siflinger-Birboim A, Lum H, Del Vecchio PJ, Malik

AB: Am. J. Physiol. 270: L973 (1996).

- [5] Coofer PJ, Jin J, Woodgett R: Biochem. J. 335: 1 (1998).
- [6] Young JC, Cortopassi GA: Free Radic. Biol. Med. 24: 624 (1998).

ラット座骨神経内筋交感神経活動の多線維計測とその応用

適応制御研究分野 中村 孝夫

ラットの末梢神経内筋交感神経活動を低侵襲に評価するためのマイクロニューログラム法による計 測法と,得られた信号をアクションポテンシャルベースで評価するためのウェーブレット変換を用いた 神経インパルス検出法を開発した.本法の有用性を実験的に確認した後,応用の一つとしてラット両 後肢筋交感神経信号同時計測に基づく両側活動の同期性を検討した.

1 はじめに

ラット座骨神経を麻酔下に電気刺激して微弱な強 縮性末梢筋収縮を後肢に誘発すると,収縮筋での糖 の取り込みに由来する血糖値の低下が収縮開始後 20秒で一過性に観測され,その作用は筋交感神経 系を介している可能性が示唆されてきた^[12].

そこで, ホルモン系などで微妙に制御されている 代謝系にできるだけ外乱を与えずに低侵襲で末梢神 経活動を直接的に導出・記録する方法として, マイ クロニューログラム法^[3]の適用を検討した.この方 法で記録される末梢交感神経信号の特徴は, 複数線 維の間欠的な発射活動を表すパーストとして観測さ れることであって, 交感神経系のマクロ的な活動指 標を得ることができる.この方法は, 測定時に安静 を必要とするなどの技術的な困難さから動物にはこ れまであまり利用されておらず, 特に末梢交感神経 活動の計測に関する報告はほとんど見あたらない. しかしながら本法の実験動物への適用法が確立され れば, 末梢神経機能解明への有力な手段の一つにな るものと期待される.

ここでは,麻酔下のラット座骨神経内筋交感神経 活動のマイクロニューログラム法による導出・記録 法と,その信号評価法,さらにその応用例について 述べる.

2 方法

2.1 動物実験

麻酔下,仰臥位ラットの心電図とともに,左総頚 動脈圧および呼気炭酸ガス分圧を連続測定した.右 側もしくは左側後肢を屈曲させ、大腿部背側を切開して座骨神経を露出した後、ミネラルオイルを満たした。先端径約1µmのタングステン微小電極を、 末梢交感神経信号の特徴である自発的で間欠的なバースト信号が観測されるまで、目視下に座骨神経内に繰り返し刺入した。

上述の目標神経信号を導出後,データレコーダで 各データの連続記録を開始し,得られた神経活動の 血圧に対する反応性を調べるために,動脈から採血 することによって一時的な低血圧を誘発した.さら に腹部正中切開を施し,座骨神経に接続する交感神 経幹のL4-5 神経節間にバイポーラフック電極を装 着し,これを介した電気刺激に同期した神経スパイ ク群が座骨神経上の微小電極で検出されること,お よびそれらが交感神経節遮断薬へキサメソニウムに よって消失することを確認した.最後に動物を儀死 せしめ,L4 から座骨神経の電極刺入部位までの神 経長を概測した.

2.2 データ解析

記録されたデータは,実験終了後にマイクロコン ピュータ上で,市販のソフトウェア Matlab にて解 析した.筋交感神経活動の評価は,観測される信号 がバーストであることを利用して通常は積分ニュー ログラムで行われている.しかし例えば微小電極の 僅かな動きによる波形の変化や,筋収縮誘発用電気 信号の大きなアーチファクトの影響を除去するに は,個々のアクションポテンシャル(AP)を自動的 に検出することが望ましい.

そこで,まず得られた神経信号のバースト成分を 検出するために,バンドパスフィルタを通して全波 整流し,積分ニューログラムを作成した. 次に AP の検出にはウエーブレット変換を用いた 方法を新たに開発した.測定神経信号とは逆極性で あるが波形が極めて類似しているマザーウェーブレ ット"Symlet4"を採用し,測定されるインパルス 信号に応じてスケーリングして,ニューログラム波 形を連続ウェーブレット変換し,適当な閾値を設け ることによって AP の自動検出を試みた.閾値は, 定常状態での積分ニューログラムを参照して,そこ で検出されていると考えられるインパルスが検出で きるよう設定した.

その後,検出された AP の心電図同期性と,動脈 圧ならびに呼吸相依存性を調べるとともに,概測し た神経長を交感神経幹電気刺激から微小電極までの 神経スパイク群到達時間で除して伝導速度を概算し た.

2.3 両側座骨神経内筋交感神経活動の同時計測

本法の応用例として, ラットの両側座骨神経内筋 交感神経活動の同時計測を行い, 片側の座骨神経の 微小電極の近位側に別の電気刺激用バイポーラフッ ク電極を装着して低強度の強縮性筋収縮を 20 秒間 誘発し,筋収縮前後 30 秒間および収縮中の神経活 動を評価した.

3 結果及び考察

自発的で間欠的なパースト信号は,手術手技が確 立された後で約70%の実験で導出できた.微小電 極刺入回数は最小で1回であったが,本質的に試行 錯誤が避けられないため100回を越えても導出でき ない場合があった.信号対雑音比は極めて低いもの の,パンドパスフィルタを通したところ改善し,ス ピーカで音響的にパーストの存在を確認,積分ニュ ーログラムによってその成分を検出できた.またウ ェーブレット変換を利用した方法では,APを問題 なく自動検出することができた.この方法では,雑 音レベルに変化が見られない限り一旦設定した閾値 を使用し続けることが可能なうえ, 閾値を複数用意 することにより, 複数の単一線維からの発射を分離 できる可能性も有する.これらの結果, 麻酔下であ ればマイクロニューログラム法によって末梢神経内 信号を導出できることが確認された.

このとき交感神経幹を電気刺激すると,約80ms の遅れ時間を持った神経スパイク群が,上述の目標 信号を観測できたすべての実験の微小電極で観測さ れ,それらはヘキサメソニウムによって消失した. 目標信号が観測されない場合には電気刺激由来の神 経スパイク群も観測されなかった.座骨神経には 種々の線維が含まれているが,このことは得られた 信号が遠心性であって,さらに交感神経線維由来で あることを示している.概測された神経長(約 80mm)から計算される伝導速度が約1m/sとなる ことも,このことを支持している.

次にこうして検出された AP を心電図 R 波からの 遅れ時間のヒストグラムとして表したところ, 極め て良好な心電図同期性が確認された.また AP は吸 息相優位に観測された.さらに採血による低血圧誘 発時には活動が亢進し,血液を戻すと抑制された. これらの結果は,ヒトで用いられている筋交感神経 活動同定基準を満たしていることを示しており,ラ ットでもヒトと同様に末梢筋交感神経活動が導出で きるばかりでなく,ヒトと同様の基準でそれを同定 できる可能性が示唆された.

次に両後肢からの信号の同期性を検討したところ,70%以上のバーストが両側同期性に観測されたにもかかわらず,APレベルでのそれは明らかではなかった.また,筋収縮を誘発すると収縮側の活動のみが一過性に速やかに亢進することがわかった.このことは,中枢での信号発生部位が左右独立である可能性を示唆している.

これらの結果,開発した方法は,末梢筋交感神経 活動を詳細に調べるための極めて有用な手段となり うるものと考えられた.

[参考文献]

- [1] Nakamura, T., Kawahara, K., Kusunoki, M., Hara, T., Minejima, I.: Hormone & Metabolic Research 29, 593 (1997)
- [2] 中村孝夫: 電子科学研究 5, 92 (1997)
- [3] 間野忠明:自律神経機能検查(第2版,日本自律 神経学会編:文光堂),211(1995)

はばたきによる飛行の物理

情報数理研究分野 飯間 信,柳田 達雄

本研究では,はばたきによる飛行の物理的側面に着目し,2次元かつ一様流がない状況でのはばた き飛行の可能性について論じる.特に,対称なはばたき運動から非対称な重心運動が生成されるとい う非自明な結果について報告する.

昆虫や小型の鳥などの生物の飛行機構に関して は、定常翼理論の援用ではなぜ飛べるのかが説明で きず、現在に至るまで活発な研究が行われ、数多く の理論が提案されてきている.[1,2,3] これらの 理論は剥離渦運動などの付加的効果を考慮している が、基本的に定常翼理論をはばたき運動に適用して いる.すなわち、羽の並進運動により対気速度Uを得ることが揚力Lを得るのに必要である.このと き $L \ge U$ は $L = \frac{1}{2}$ $U^2SC(S$ は翅の面積, は空気 の密度, CL は揚力係数) という関係で結びつけられ ている.これはU = 0 のとき, L = 0 となることを 意味する.この意味で、これらの理論では翅の対気 速度が不可欠である.

しかし流体力学的には, 揚力生成には羽の対気並 進運動は必ずしも不可欠ではなく, 羽から剥離した 渦の働きだけで揚力を生成することが可能である. このような揚力生成機構に関しては, 例えばコバチ の飛行機構や蝶の離陸のモデルに関連して実験ある いは数値計算を用いて調べられている.[4,5,6] ところがこれらの結果ははばたきの一部(閉じた羽 が開く場合)の過程に対する限定的な結果であり, 単純なはばたき運動が継続的に平均揚力を生成でき ることはこれまで示されてこなかった.ごく単純に 考えると, はばたきの打ち下ろし運動時と打ち上げ 運動時で逆向きの揚力が発生し, 平均揚力はほとん どゼロになると考えるのが自然だからである.

我々は剥離渦の動力学をとりこめば,はばたきに より継続的に平均揚力を生成できる事を示すため, 図1に示すようなモデルを考えた.これは蝶を前か ら見た状況を模しており,軸を中心に往復振動する 2本の線分で翅を表現している.周りの流体は非圧 縮性かつ非粘性であることを仮定しているが,翅の 端から渦が剥離することを認めている.また左右の 鏡像対称性を仮定しており,モデルは上下運動のみ が許される.重力を考える場合,その方向はこの対 称線に沿っているものとする.はばたき運動は角(t) を(t) = sin(2 ft) + cという形で与えた.ここでf ははばたき振動数であり, ははばたき角である. 離散渦法を用いた数値計算で,1)重力なしかつ運 動が対称(c = 0)2)重力ありかつ運動が非対称 (c = 0)2)重力ありかつ運動が非対称 (c = 0)3)重力ありかつ運動が対称の3つ場合につ いて調べた.これら1)~3)のすべての場合におい て,パラメータを適切に選べば継続的な平均揚力が 一方向に生成することが示された.以下では1)の 場合を図を用いて説明するが,そのメカニズムは本 質的には全てである.また翅や剥離渦は右側のもの について説明する.

最初の1周期においては(図2(a)(b)), 剥離渦の 作用は自明である.図2(a)に示されるように,打ち 下ろし時には剥離渦は正の符号を持っている.これ は翅の上に外向きの流れを誘起していることにな る.Kelvinの定理より翅周りの循環は負であり,し たがって生成される揚力は上向きである.一方打ち 上げ時には剥離渦は負の符号,翅周りの循環は正で あり,生成される揚力の向きは下向きである.

しかし,2周期の打ち下ろし時(図2(c))におい ては生成されつつある剥離渦と,先程剥離した渦が ともに翅にたいして外側の流れを誘起しているため, 生成される揚力は1周期目よりはるかに大きくなる (図3).このため系は対称性を崩し,上方に向かい 一定の速度を得る.一旦速度を得ると,打ち下ろし 時,打ち上げ時に生成される剥離渦と翅の距離が異 なる事から,平均揚力は正となり,系は上方に加速 する.このようにして初期条件のみから渦配置の非 対称もが生み出され,最終的な運動の非対称もが生 成される事が示された.



図1 蝶のモデルの概念図.



図 2 揚力の時間に対するグラフ.2周期目におおきな揚力 が発生している事が分かる.

実際の蝶は,同サイズの他の昆虫と比べて遙かに 低い振動数で飛んでいる事が知られており[8],他 の飛行生物とは異る独特の飛行メカニズムが存在す ると思われる.また蝶の離陸時の高速度撮影映像を



図3 モデルの運動と剥離渦の位置関係.曲線は流線を表す.(a)t = T/3; (b)t = 5T/6; (c)t = 4T/3; (d)t = 11T/6.(b)において二つの剥離渦が翼の周りに大きな外向きの流れを誘起している.

見ると,ここで示したモデルのようにはばたきの軸 を水平にしたまま垂直に上る様子が観察できる.さ らにパラメータは実際に存在する蝶のものとほとん ど同じである.これらの事から,ここで示した飛翔 機構が蝶の飛翔と関係づけられる可能性は多いにあ ると考える.それを証明するには昆虫が自由に飛行 している時,場の周りの渦運動を解析する必要があ る.残念ながら未だにそのような解析の報告そのも のがなされていないため,生物との関係を調べる事 はできない.よって今後の研究の発展を待ちたい.

[参考文献]

- [1] C. P. Ellington, C. Berg, A. P. Willmort, and A. L. R. Thomas, Nature 384, 626 (1996).
- [2] A. P. Willmortt, and C. P. Ellington, J. Exp. Biol. 200, 2705 (1997).
- [3] M. H. Dickinson, F-O. Lehmann, and S. P. Sane, Science, 284 1954 (1999).
- [4] R. H. Edwards, and H. K. Cheng, J. Fluid Mech. 120, 463 (1982).
- [5] S. Sunada, K. Kawachi, I. Watanabe, and A. Azuma, J. Exp. Biol. 183, 217 (1993).
- [6] S. Sunada, K. Kawachi, I. Watanabe, and A. Azuma, J. Exp. Biol. 183, 249 (1993).
- [7] T. Inamura, T. Adachi, and H. Sakata, in *Finite Element Flow Analysis*, edited by T. Kawai (University Tokto Press, Tokyo, 1982), pp. 931-938.
- [8] C. H. Greenwalt, Smithonian Miscellaneous Collections, 144, 1 (1962).

昆虫の嗅覚学習

神経情報研究分野 水波 誠,松本 幸久,佐倉 緑,岡田 龍一

昆虫の嗅覚学習の特徴とその中枢機構を明らかにするための第一歩として,ゴキブリとコオロギの 嗅覚学習能力について調べた.どちらの昆虫でも,わずか1回の訓練で匂いと報酬との連合学習が成 立した.1回の訓練で成立した記憶は少なくとも24時間保持され,3回の訓練で成立した記憶は少な くとも1週間保持された.これらの昆虫は非常に優れた匂い学習の能力を持ち,匂い学習の神経機構 を調べるための材料として適していると結論づけられた.

1 はじめに

昆虫の脳を形成している神経細胞の数は約百万個 であり,これはヒトの脳が一千億もの神経細胞から 成るのに比べて桁違いに少ない.従って,性能面で 比較してヒトの脳をスーパーコンピュータに例える と,昆虫の脳はせいぜいパソコン程度であろう.し かし地球環境(市場)への適合度という観点に立て ば昆虫は圧倒的な成功者であり,この惑星はパソコ ン駆動型の動物で満ち満ちているのもまた事実であ る.たとえば既知の昆虫の種は90万種にも及び, これは全動物種の 2/3 以上を占める. 自然選択によ って長い年月をかけて磨き上げられた小型・軽量・ 低コストの「もう1つの」情報処理装置の傑作であ る昆虫の脳の設計原理を解明することは,現代の神 経科学に課せられたチャレンジの1つであり,また, 次世代の情報処理装置やマイクロロボットの開発に 繋がると期待される.

私達は小型軽量な体での生活に適合した昆虫を典 型とする節足動物の脳を微小脳(Microbrain)とい う概念で捉えることを提案し[1],微小脳のシステ ム設計をヒトを頂点とする哺乳類の脳すなわち巨大 脳(Megalobrain)と対比して捉える試みを進めて いる.特に,私達は,昆虫の脳の最高次中枢である キノコ体に着目し,ゴキブリを材料にその構造や機 能の解明を進めてきたが[2 - 4],キノコ体での情 報処理を更に解明するためにはキノコ体ニューロン の活動と特定の学習行動との関係を詳細に解析でき る実験系の確立が急務となっている.私達はそのよ うな研究の材料としてはゴキブリとコオロギが,学 習パラダイムとしては匂い学習が最も適切であると 考えている.しかし従来,コオロギに嗅覚学習の能 力があるのかについての報告はなく,またゴキブリ の嗅覚学習についてもわずか1編の報告があるのみ [5]である.そこで,本研究ではワモンゴキブリと クロコオロギの嗅覚学習能力について調べた.

2 ゴキブリの嗅覚学習

学習訓練には Balderrama の方法 [5]を用いた. 広場にペパーミントとバニラの匂い源を置き(図 1A), ワモンゴキブリに自由に選択させる嗜好性テ スト(図1B)を行うと, ほとんどのゴキブリはバ ニラを選んだ.そこで, バニラの匂いを食塩水(無 報酬)と, ペパーミントの匂いを砂糖水(報酬)と 連合させる学習訓練(図1C)を行った.

嗜好性テストおよび学習訓練は暗期に赤色灯下で 行った.匂い源として,容器の中に匂いを染み込ま せたろ紙を入れ,ガーゼでふたをした.訓練の際に はガーゼに砂糖水または食塩水を染み込ませて与え た.虫の行動は赤外線ビデオカメラで撮影した.テ スト中に虫がガーゼに口をつけている時間を餌を探 索している時間として,全探索時間に対するペパー ミントにおける探索時間の割合を算出した.このよ うなテストを訓練前後にそれぞれ行い,その結果を 統計的に解析した.

1回の訓練の後,2時間以内と1週間後にそれぞ れテストを行うと、いずれもペパーミントの嗜好性 が訓練前より有意に高かった.すなわち1回の訓練 で学習が成立し、その記憶は少なくとも1週間保持 されていた.次に訓練を毎日1回ずつ,3日続けて 行った.1日目の訓練によってペパーミント嗜好性



図1 コオロギの匂い学習訓練装置(A)および嗜好性テス ト(B)と学習訓練(C)の方法.ゴキブリでも同様な方法 で学習訓練を行った.

が有意に高くなり,3日目では実験したすべての個体でペパーミント探索時間の割合が50%以上であった.3日間・3回の訓練後,4週間の間隔をあけてテストを行ったところ,分布は訓練前と有意に異なった.すなわち3日間・3回の訓練で成立した記憶は少なくとも4週間保持されていた.

ペパーミントで3回訓練を行った個体に対して, ペパーミントと食塩水を,パニラと砂糖水を連合さ せる再訓練を行った.1回の再訓練後,ペパーミン ト嗜好性は有意に低くなり,記憶の書きかえが達成 された.3回の再訓練後の嗜好性の分布は訓練前と 有意差が見られなかった.すなわち,3回の訓練で 得られた記憶は3回の再訓練で消去された.ゴキブ リの匂い記憶は極めて長期間安定に保持されるにも かかわらず,その書きかえは再訓練によって容易に 起こる,と言える.

3 コオロギの嗅覚学習

クロコオロギでも同様な学習実験を行ったが,訓 練およびテストは明期に行い,また報酬には水を用 いた.コオロギも学習前の嗜好性テストではペパー ミントよりもバニラを選んだ.4日以上断水したコ オロギにペパーミントと水を連合させる学習訓練を 1回行い,その後にテストをするとペパーミントを 有意に選択した.1回の訓練で成立した記憶は少な くとも24時間保持され,3回の訓練で成立した記 憶は1週間後にもほとんど減衰しなかった.また3 回の訓練で成立した記憶は3回の再訓練で消去され ることなど,ゴキブリと同様な結果が得られた.

コオロギの匂い記憶がどのくらい長く保持される のかを調べるために、20 - 30 匹の4 齢幼虫を集団 で学習訓練するパラダイムを考案した.パニラと水 とを連合させる訓練を1日1回、5日間行った個体 と、ペパーミントと砂糖水を連合させる訓練を同様 に行った個体の嗜好性を、訓練から6週間および 10週間後に前述の個別学習パラダイムを用いて1 匹づつ調べてみると、両グループの間で匂い嗜好性 に有意の違いが認められ、匂いの記憶が少なくとも 10週間保持されていることが判った.我々の飼育 環境下でのコオロギの寿命は12 - 16週であるの で、コオロギでは数回の経験によって成立した匂い 記憶は生涯にわたって保持される、と結論できる.

さらに,小さなビーカーに入れて動きを制限した コオロギにペパーミントと水を連合させる学習訓練 を行った.このような条件での訓練でも匂い学習が 容易に成立した.このパラダイムを用いることによ り,将来,埋め込みワイヤ電極法を用いて学習前後 でのキノコ体ニューロンの活動変化を直接捉えるこ とが可能になる,と期待できる.

4 **まとめ**

本研究により,ゴキブリとコオロギではわずか1 回の訓練により匂いと報酬との連合学習が成立する こと,1回の試行で成立した記憶は少なくとも1日 間は保持されること,3回の訓練で成立した記憶は 少なくとも1週間は保持されることが明らかになっ た.これらの昆虫は非常に優れた匂い学習の能力を 持ち,匂い学習の中枢機構の研究材料として適して いると結論づけられた.今後,上記の成果を基盤

に , 匂い学習の成立に伴うキノコ体ニューロンの活 動変化についての電気生理学的な解析を進めて行き

[参考文献]

たい.

- [1] M. Mizunami, F. Yokohari and M. Takahata, Zool. Sci. 16: 703 (1999).
- [2] M. Mizunami, M. Iwasaki, R. Okada, M. Nishikawa, J. Comp. Neurol. 399: 153 (1998).
- [3] M. Mizunami, J. M. Weibrecht and N. J. Strausfeld, J. Comp. Neurol. 402: 520 (1998).
- [4] R. Okada, J. Ikeda and M. Mizunami, J. Comp. Physiol. 185: 115 (1999).
- [5] N. Balderrama, J. Insect Physiol. 26: 499 (1980).

分布定数回路における方べきの定理の役割

信号処理研究分野 永井 信夫

1 チップにおよそ1 億個のトランジスタを持つ IC も実現されようとしていて, このような微小な回路素子の実現には量子力学の応用が必要と考えられる.われわれは新しい機能素子の実現を目指していて,量子力学の見方が従来の物理学の視点ではなく,分布定数回路理論の観点からの見直しを試みている.本文では,分布定数回路におけるエネルギーの特徴となる有効電力と幾何学の「方べきの定理」との関係を示す.

1 **まえがき**

情報エレクトロニクス関係の科学技術は留まるこ となく発展しているが,それは産業の米と言われる 集積回路(IC)技術の高度の進歩に負うところが多 いと考えられる.極く近い将来には,およそ1cm² の1チップの中におよそ1億個のトランジスタを持 つICも実現されようとしていて,このような微小 な回路素子の実現には量子力学の応用が必要になる と考えられている.

われわれの研究の目的は,新しい機能素子を見出 すことを目指していて,量子力学の見方が従来の物 理学の視点ではなく,量子力学を分布定数回路理論 の観点から見直しを試みている.⁽¹⁾

2 分布定数回路と方べきの定理

電気回路といえば, コイルやコンデンサのように 大きさがなく一点に集中していると考える回路素子 を用いる集中定数回路を思い浮かべるのが普通であ るが,われわれは大きさがある「線路」を回路素子 とする「分布定数回路」を用いている.

分布定数回路理論は,信号を遠方に伝える「伝送 回路」から生まれたもので,電信方程式や波動方程 式を工学に応用することに成功し,また,通信工学 では欠かすことのできないフィルタを生み出す基に なった.すなわち,波動が伝送されるという流れに 基づいて理論化されたと言う特長があり,物理学や 数学における主として定常状態の取扱いとは異な り,過渡応答や非定常応答の取扱いを容易にできる 波動行列や散乱行列を生み出している.

それでは、分布定数回路を表す特長は何であろ

う.それは,幾何学の「方べきの定理」に示される ものであると考えられる.本文では,この関係が分 布定数回路ではキルヒホッフの法則に代わる重要な 原理となることを示す.

3 単位素子上の電圧と電流

無損失分布定数線路を回路素子として用いると き、「単位素子」と呼ぶことにしておく.ここでは 最も簡単な分布定数回路を考えることにして、1個 の単位素子のみを用いた図1に示す回路について考 えることにしよう.ここに、単位素子の特性抵抗は Roとし、電圧源の電圧はフェーザ表示で、

$$e(t) = E_G e^{j\omega t} \tag{1}$$

と表され,電源の内部抵抗は R_g,負荷の抵抗は R_R で与えられるものとする.

図1 に示す回路の単位素子上の電圧 V(x)および電流 I(x)は次のように表される.

$$V(x) = K_a \exp(-j\beta x) + K_b \exp(j\beta x)$$
 (2a)

$$I(x) = \frac{K_a}{R_0} \exp(-j\beta x) - \frac{K_b}{R_0} \exp(j\beta x)$$
 (2b)

$$\frac{\left|\frac{K_{b}}{K_{a}}\right| \quad 1 \qquad (2c)$$

式 (2)の電圧 V(x)および電流 I(x)を $\sqrt{R_0}$ で正規 化するために,次のように表そう.



図1 無損失均一分布定数線路を回路素子として用いた回路

$$\frac{K_a}{\sqrt{R_0}} = K_1 \,, \ \frac{K_b}{\sqrt{R_0}} = K_2$$
 (3)

そうすれば,正規化された電圧 *V*_N(*x*),電流 *I*_N(*x*) は次のように表される.

$$V_{N}(x) = \frac{V(x)}{\sqrt{R_{0}}} \exp(j\beta x)$$
$$= K_{1} + K_{2} \exp(j2\beta x)$$
(4a)

$$I_N(x) = \sqrt{R_0} I(x) \exp(j\beta x)$$

= $K_1 - K_2 \exp(j2\beta x)$ (4b)

単位素子上の電力は V_N(x)と I_N(x)を用いて,次のように表される.

複素電力 :	$V_N^*(x)I_N(x)$	(5a)
皮相電力:	$V_N(x)$ $I_N(x)$	(5b)
有効電力:	$Re[V_N^*(x)I_N(x)]$	(5c)
無効電力:	$Im[V_N^*(x)I_N(x)]$	(5d)

ここに, V_N*(x)は V_N(x)の共役複素数を表し, *Re* は複素数の実部, *Im* は虚部を示す.

ここで,式(4)の電圧と電流を用いて,方べきの定理との関係を図2で考えてみよう.

式 (5) における K, は複素数であるからベクトル と考え,図2におけるベクトル PO としよう.すな わち,

$$K_1 = PO \tag{6a}$$

exp(j2 x)は単位ベクトルが反時計方向に回ることを示しているから,

$K_2 \exp(j2 x) = OA$	(6b)
とするなら , ベクトル OB を	
$OB = -K_2 \exp(j2 x)$	(6c)
と表すことができる . したがって ,	

$$V_N(x) = PA \tag{7a}$$

 $I_N(x) = PB \tag{7b}$

と表すことができる.



図2 方べきの定理と正規化された電圧および電流

このように正規化された電圧 V_N(x)が点 P と円周 上の点 A あるいは C までのベクトルを表すのである から,そのベクトルはV_N(x)が定在波となっているこ とを表し,点xの位置により電圧の大きさが異なる ことを示している.ところで,正規化された電圧 V_N(x)はベクトル PA であり,正規化された電流 I_N(x) はベクトル PB であるから,単位素子上には電力が 蓄えられていると考えられる . そのとき , ベクトル PA とベクトル PB が PA。と PB。 に等しくないときは 二つのベクトルの位相が異なるため,その積は皮相 電力となる.皮相電力は有効電力と無効電力とに分 けられるが,それは電流を電圧の同相成分と直交成 分とに分けることによって得られる. すなわち,正 規化された電流 I_N(x)を表すベクトル PB をベクトル PC とベクトル CB とに分けることにより,その複素 電力を有効電力と無効電力に分け、次のようにベク トル長の積で求められる.

有効電力: |*PA*|・|*PC*| (8a)

無効電力: |*PA*|・|*CB*| (8b)

方べきの定理によって,点Pからの直線と円との 交点CおよびAへの長さの積が一定なことは,式 (8a)によって単位素子に蓄えられる有効電力が一 定となることを示していて,これを分布定数回路の 原理とできることを示している.そこで,念のため 式(2)を用いて有効電力を求めてみると,

 $Re[V^*(x)I(x)]$

$$\frac{|K_a|^2}{R_0} - \frac{|K_b|^2}{R_0} = |K_1|^2 - |K_2|^2$$
 (9)

となり,単位素子の上では一定の値になっている. この原理は分布定数回路の極めて有効なことを示 すものである.将来,物理学の究極の理論として, 粒子の理論から超ひも理論に移るとき,回路理論が その一翼を担うときがあれば,この原理が有効にな るときであろう.

[参考文献]

 (1) 永井信夫 "講義シリーズ 量子力学と信号処理", Journal of Signal Processing (信号処理), Jan. 1998 から 連載.

人工現実感環境における生体反応に関する研究

感覚情報研究分野上見憲法、井野秀一奈良博之伊福部達 北大医学部, (株) MR システム研究所*,キヤノン(株)**

鈴木 康夫 *恩田 能成 **堅田 秀生

人工現実感技術は様々な分野での応用が期待されている.しかしながら,そのような技術により人体がどのような影響を受けるかについては十分な検討が行われていない.人工現実感デバイスの設計 に関わる安全基準を定めることや,人体に悪影響を与えないような刺激呈示方法を見つけることは急務であると考えている.本報告では,人工現実感で用いられる装置やその仮想環境が人体に与える影響について調べた結果を例を挙げて説明する.

1 はじめに

人工現実感技術(VR技術)は,医療,リハビリ テーション,建築設計などさまざまな分野に応用を 期待されている[1].しかし,このような新しい技 術が人体にどのような影響を与えるかはまだ十分に 調べられていない.特に視覚呈示技術では,テレビ 映像より遙かに臨場感の高い映像が呈示でき,また 我々が普段経験しないような視覚刺激を与えること が出来るため,その人体への影響が懸念される.

我々は、ハードとして 人体に悪影響を与えない 人工現実感デバイスの設計基準を求めること、ソフ トとして 安全で臨場感のある刺激呈示方法を見つ けること、を目的に研究を行っている.具体的に は、視機能、自律神経系、平衡機能を調べ、総合 的に VR 刺激の人体への影響を把握することを考え ている[2][3][4][5].

今回の報告では、これらの研究のうち視機能に関 する検査結果と平衡機能に関連して視運動刺激後の 自己運動感覚について調べた結果についてのべる.

2 VR 映像呈示による視機能への影響評価

本項では, VR で用いられる視覚呈示デバイスの 一つであるヘッドマウントディスプレイ(HMD)に よる視機能への影響評価結果について紹介する [4].

被験者は HMD (キヤノン, GT270)を装着し,



字幕付き映画を4時間鑑賞した.そして,負荷前, 負荷後,負荷後30分,60分,90分で視機能を測 定した.測定項目は1)調節安静位,2)間接対光 反応,3)調節の動特性,4)調節性輻輳・開散運 動である.本報告では項目3)について説明する. 測定にはアコモドメータ(ニデック,AA2000)を 使用し,その内部指標を図1のようにStep 制御し た時の目の調節応答を左右各眼8回測定した.3名 で負荷前後・負荷後 30 分に視機能検査を行い,う ち2名で負荷後 60 分と 90 分に追検査を行った. その結果,調節の変化速度である GRND 値の緊張 時で,負荷前と負荷後 30 分の値の間に有意な変化 を認めた(p < 0.05,両側 t-検定).しかし,この 値は映像負荷後 60 分以降では負荷前の値に復帰し ているため,4時間までの映像負荷による視機能へ の影響は,一過性のものと考えられる.図2 に検査 結果を示す.

3 視運動刺激による自己運動感覚 の制御の試み

視覚刺激を主に用いる現在のVR 環境では、「VR 酔い」と呼ばれる乗り物酔いに似たような症状が誘 発されることがある.ヒトは視覚・平衡感覚・体性 感覚を統合させることによりバランス機能を維持し ているため,視覚情報とその他の感覚情報の不一致 がおこることが「VR 酔い」の原因と言われている. このようなVR 環境特有の症状を軽減する方法を探 る目的で,視運動刺激のみで起こる自己運動感覚に 注目し,それを前庭刺激により制御できるかどうか を調べた[5].

実験手順を図3に示す.視覚刺激はスクリーンに より呈示され,前庭刺激は回転イス(第一医科, FRC-03)をコンピュータで制御することにより与え



図3 実験手順

られた.まず,時計回り 30deg/sec で動く縦縞の映 像を 30 秒間被験者に呈示した後,その映像を停止 する.このとき被験者には反時計回りに自己運動感 覚が生じる.よって,視運動刺激が停止すると同時 に回転イスを回転させた.回転刺激のパターンは以 前に行った実験から山型とし,角加速度を 10 ~ 50deg/s²の範囲で設定した.主観評価と自己運動感 覚の持続時間で評価した.

主観評価結果の一例を図4に示す.被験者には, 視運動刺激のみの時の自己運動感覚を「5」,なにも 感じないときを「0」として,実験時の感覚を「0」 から「5」の数字で答えさせた.各回転刺激に対し て5回ずつ行った.その結果,回転刺激の角加速度 が大きいほど感覚の主観的大きさが小さくなるこ と,またその抑制効果は回転の方向に依らないこと がわかった.自己運動感覚の持続時間についても同 じ傾向が得られた.以上のことから,前庭刺激によ り「VR 酔い」を軽減できる可能性を示した.

4 **まとめ**

本報告では,我々が行っている VR 技術が人体に 与える影響を調べる研究について報告した.このよ うな結果を,安全な装置のためのガイドラインの作 成や,人体に悪影響を与えない刺激呈示方法に役立 てていきたい.



[参考文献]

- [1] 伊福部: IVR '98 セミナー要録, 144-148, 1998.
- [2] 恩田, 鈴木, 井野, 堅田, 奈良, 永井, 伊福部: 日本 VR 学会第4回大会論文集, 81-84, 1999.
- [3] 奈良, 井野, 恩田, 田中, 伊福部: 日本 VR 学会 第4回大会論文集, 237-240, 1999.
- [4] 堅田,恩田,井野,永井,鈴木,伊福部:神経眼 科,16,39,1999.
- [5] **井野**, 小林, 奈良, 上見, 伊福部: 日本 VR 学会 第4回大会論文集, 241-244, 1999.

多重散乱光の時間相関関数を用いた微粒子凝集体の計測

附属電子計測開発施設 石井 勝弘,岩井 俊昭

本研究では,高濃度微粒子凝集体からの多重散乱光の時間相関関数を実験的に解析し,それを用いた微粒子凝集体の計測について議論する.実験により,高濃度微粒子凝集体からの多重散乱光の時間 相関関数は,単散乱光と多重散乱光の時間相関関数の和として表わすことが可能であり,それにより, クラスタの成長を調べることが可能となることを明らかにした.

1 **はじめ**に

動的光散乱法は,微粒子計測において非常に有効 な計測法であり,様々な分野で利用されている.こ れは,希薄な散乱媒質からの散乱光の時間相関関数 が負指数関数的に減衰し、その減衰率は散乱体の拡 散定数に比例する特性を用いた計測法であり,散乱 体サイズや散乱体サイズ分布の計測が可能である. また,微粒子凝集体に対して動的光散乱法を適用す ると, 平均クラスタサイズの推定や凝集過程のモニ タリングが可能となる.しかし,従来の動的光散乱 法は,単散乱現象を基礎としているため,多重散乱 現象が支配的であるような高濃度散乱媒質に対して は適用することができない.そのような媒質に対す る時間相関関数は,拡散波分光理論を用いて表わす ことができ,その理論によると,遅れ時間の平方根 の関数として負指数的に減衰する.分散系の高濃度 媒質に対する時間相関関数は拡散波分光理論の予測 と一致することが示されているが,高濃度微粒子凝 集体からの散乱光の時間相関関数に関しては明らか になっていない.そこで,本研究では,高濃度微粒 子凝集体からの散乱光の時間相関関数を実験的に解 析し、多重散乱光を用いた平均クラスタサイズの測 定,および,凝集過程のモニタリングの可能性につ いて議論する。

2 実験

直径 6mm,波長 514nmの直線偏光レーザビーム を媒質に入射し,媒質からの後方散乱光のうち逆反 射方向に散乱された成分のみを,焦点距離 50mm のレンズの焦点面に設置された光ファイバによって 集光し,光電子増倍管で検出する.光電子増倍管に よって検出された信号は,デジタルコリレータを内 蔵したコンピュータに送られ,時間相関関数が計算 される.散乱媒質として,粒子径1.0 µm,体積濃 度10%のポリスチレンラテックス懸濁液を用いる. 懸濁液中のラテックス粒子は,通常,その周りに形 成される電気二重層により互いに反発しあい安定に 分散している.その媒質に塩化ナトリウム水溶液を 加えると,溶液中のイオンにより粒子の周りの電気 二重層が中和され,粒子は凝集する.

3 結果および考察

図1に,ポリスチレンラテックス懸濁液に塩化ナ トリウム水溶液を加えた時の時間相関関数の時間変 化を示す.t=0はNaCl水溶液を加えた時刻であ る.時間の経過とともに,時間相関関数の減衰が遅 くなり,遅れ時間の長い領域まで相関が伸びること がわかる.これは,クラスタが成長し,動きが遅く なったためであり,この時間相関関数の変化を解析 することで,クラスタの成長を調べることが可能に なることを示唆している.

図2は,塩化ナトリウム水溶液を加えてから30 分経過し,凝集が十分に進んだ段階における時間相 関関数を示す.遅れ時間の短い領域では,時間相関 関数の速い減衰が見られる.これは,多重散乱光の 影響によるものであり,実験結果が点線で示されて いる多重散乱光の時間相関関数へのフィッティング 結果に一致する.しかし,遅れ時間の長い領域で は,時間相関関数はゆっくり減衰するようになり, 多重散乱光の時間相関関数から外れる.これは,単 散乱光の影響によるものであると考えられる.



図3 単散乱光と多重散乱光の全強度への寄与の時間変化.

この時間相関関数の性質を表わすために,我々 は,次のようなモデルを仮定する.クラスタ内部で は,粒子の相対的な動きはなく,散乱光への影響は クラスタ全体の動きのみであると考えられる.した がって,1つのクラスタ内で多重散乱され出射する 散乱光は,大きな1つの粒子からの単散乱光とみな すことができる.この散乱光成分の時間相関関数 は,クラスタの拡散定数に依存し,負指数的に減衰 する.一方,多くのクラスタによって多重散乱され た光波は,多重散乱光の時間相関関数で表わされ, その減衰率もクラスタの拡散定数の変化に依存す る.したがって,高濃度凝集媒質からの多重散乱光 の時間相関関数は,単散乱光の時間相関関数と多重 散乱光の時間相関関数の和として,

$$\gamma(\tau) = P \exp(-U\tau) + Q \exp(-V\sqrt{\tau})$$
 (1)

単散乱光と多重散乱光の時間相関関数の減衰率の時間 🕱 4 変化.

1.5

0.0

と定義する.ここで,パラメータ, $P \ge Q$ は単散乱 光と多重散乱光の全強度への寄与を表す定数であ **り**, UとVは,単散乱光と多重散乱光の時間相関 関数の減衰率に関係した定数である.

図2の実線は,(1)式で示される時間相関関数を 実験結果にフィッティングした結果である.ここで, 実験結果とモデル関数とがよく一致していることか ら,我々のモデルが妥当であることがわかる.また, (1) 式のパラメータによって, クラスタの成長によ る時間相関関数の変化を表わすことができ,平均ク ラスタサイズの測定や凝集過程のモニタリングが可 能となる.

図3は、単散乱光と多重散乱光の寄与の時間変 化を示す.凝集のはじめの段階では,クラスタが小 さいために,単散乱光成分の寄与が存在しない.つ まり,凝集媒質の時間相関関数は多重散乱光の時間 相関関数に一致し,その減衰率から平均クラスタを 見積もることがでる.時間が経過しクラスタサイズ が増加すると,多重散乱光の寄与は減少し,単散乱 光の寄与が増加する.これは,1つのクラスタ内部 のみで散乱された散乱光の寄与が増加するためであ り,我々のモデルが妥当であることを示している.

図4は,単散乱光と多重散乱光の時間相関関数 の減衰率の変化を示す.凝集のはじめの段階では, 多重散乱光の時間相関関数の減衰率が平均クラスタ サイズの変化を表わしている.さらにクラスタが成 長すると,単散乱と多重散乱光の両方の寄与が存在 する.このとき,単散乱光の時間相関関数の減衰率 の変化が顕著であるのに対し,多重散乱光の減衰率 はほとんど変化しない.これは,我々のモデルでは, 粒子の凝集による多重散乱光の時間相関関数の変化 は,クラスタの拡散定数の変化によると仮定してい るが,実際には,散乱係数や濃度などの変化による 影響も受けるため,クラスタの成長のみの影響を表 していないためである.従って,この領域では,単 散乱光の時間相関関数からの凝集の測定が有効である.これらの減衰率はクラスタの拡散定数に比例す るので,これらを用いたクラスタの拡散定数,つま り,平均クラスタサイズの推定が可能となる.

4 おわりに

高濃度凝集媒質からの時間相関関数を実験的に測定し,時間相関関数が単散乱光と多重散乱光の時間 相関関数の和として表わすことができることを明ら かにした.その時間相関関数を用いると,凝集過程 の進行による時間相関関数の変化を表わすことやク ラスタサイズの推定が可能となることを示した.小 さなクラスタを形成している媒質に対しては多重散 乱光の時間相関関数が,一方,大きなクラスタを形 成している媒質に対しては単散乱光の時間相関関数 がクラスタの成長をよく反映していることを実証し た.
電子科学研究 第7巻

2000 年 2 月 28 日

编集 電子科学研究所広報委員会

印刷 興国印刷株式会社