GaSe-SnO2ヘテロ接合の電気的、光学的特性

龍山智栄・市村昭二

Electrical and Optical properties of GaSe-SnO₂ Heterojunctions

Chiei TATSUYAMA and Shôji ICHIMURA

Capacitance-voltage (C-V) characteristics, current-voltage (I-V) characteristics, electroluminescence (E.L) and photovoltaic effect (I_{ph}) of GaSe-SnO₂ heterojunction diodes are measured. SnO₂ layer is deposited on the c-plane of GaSe by spray method. C-V characteristics of these diodes reveal that the high resistivity layer whose width is about 2.6 μ m is formed. The origin of the high resistivity layer is probably due to the diffusion of Sn into GaSe.

Forward I-V characteristics show the current transport mechanism at low voltage is space-chargelimited-current. The trap density and the energy level of the trap from the valence band estimated by Lampert theory are about $5 \times 10^{13} \sim 1 \times 10^{14}$ cm³ and $0.4 \sim 0.6$ eV, respectively. E. L spectra at 275 K show only one emission band due to free exciton recombination. On the otherhand, E. L spectra at 4.2 K show many fine structures, and they are assigned to be due to bound excitons and its L.O. phonon replicas.

1.序

Ⅲ-VI族半導体 GaSeはマイカ状の層状構造をしている。そのため電気的、光学的特性の異方性、特にエネルギー面の2次元性、に興味が持たれ、多くの研究者によって実験的、理論的に研究されて来た。しかし、この結晶のエネルギー面は、その結晶構造の特異性にもかかわらずやはり3次元的であることが最近明らかにされた。

一方 GaSe の低温における発光スペクトルは多数の微細構造を示すが、その発光機構については末 だ議論が多い。

我々は GaSe の発光機構を調べるため GaSe – Sn O2ヘテロ接合を用いている。GaSe の禁制帯幅は室 温で2.03eVであるが、沃素を用いて閉管法で成長さ せた場合以外は常にp型である⁽⁹⁾ 又、SnO₂は3.5e V と広い禁制帯幅を持つn型半導体である。従って Ga Se-SnO₂ 接合をつくればp - n ヘテロ接合となり SnO₂ から GaSe への電子の注入が容易になると考 えられる。SnO₂ はスプレー法で GaSe の c 面上に に形成される。GaSe の裏面はInでオーミック電極 をつける。この構造は GaSe の同じ c 面上に 2 つの 電極をつける従来の構造と比較してかなり低電圧で 発光するので、GaSe の発光機構を調べる上で有利 である。

以下、GaSe-SnO2 ヘテロ接合の作成と、その容量-電圧(C-V)特性、電流-電圧(I-V)特 性、電界発光、光起電力効果の実験結果を報告し、 電流輸送機構、発光機構について考察する。

2. 試料の作成方法

実験に用いた GaSe 単結晶はすべてブリッジマン 法で成長させたものである。その室温における移動 度、キャリア濃度はそれぞれ、20~30^{cm²} /volt. secお よび10¹⁴ ~10¹⁵ cm⁻³ である。図-1に GaSe-SnO2





ヘテロ接合ダイオードの構造を示す。その作成方法 は以下の通りである。まず GaSe 単結晶をc 軸方向 の厚さ0.1~0.5mmにへき開する。この平板上のGaSe を空気中で約 500℃に加熱しへき開されたc 面上に SnCl₄、SbCl₃、HCl、エチルアルコールの混合液 を霧状に30秒間程吹きつける。このようにして数千 AのSnO2がGaSe上に形成される。その後SnO2膜 に歪が入らないように除冷する。GaSe の裏面にま わり込んだSnO2や側面についたSnO2を除去するた めに、裏面をうすくへき開して取り去り、更におよ そ5×7mmの大きさに切断する。最後に銅板上のIn -Hgアマルガムの上にこの試料をSnO2側を上にし てのせ窒素零囲気中で~250℃に熱する。これに より Hg は蒸発し、ln が裏面電極として残る。電極 用リード線はシルバーペーストで取り出した。この ようにして形成される In電極のオーミック性はGa Seの同じc面上に2つのln電極をつけることにより 調べた。約 200K以上ではほぼ完全にオーミックで あった。

3.実験結果と考察

3-1 C-V特性

図-2に2個の試料の285KにおけるC-V特性 を示す。測定には周波数1MHのキヤパシタンスブ リッジ(Boonton Electronics)を用いた。ダイ オードを逆方向(以下図-1の銅板側を+にした時 を順方向、一にした時を逆方向という)にバイアス すると、容量は電圧と共にゆっくり減少する。一方、 順方向にバイアスすると容量はある電圧で最大値に



図-2.285Kにおける2個の試料のC-V 特性

達し、それから減少する。この容量が最大になる電 EはI-V特性において電流が急増し始める電圧に 対応している。(図-3、4の矢印参照)この領域 では試料のQが急激に低下し、ブリッジの測定範囲 を越えるので、容量が果たして本当に減少するかど うか明らかでない。

逆方向C-V特性は単純な $1/C^2 - V$ 、あるいは $1/C^3 - V$ 特性に従わない。我々はGaSeとSnO2界面のGaSe側に高抵抗層が存在しているものと考えている。この高抵抗層はSnO2を作成する時にSnがGaSe内にドープされたのではないかと思われる。一般にGaSeにSnをドープすると、アクセプタが補償されて半絶縁性GaSeが得られる⁽¹¹⁾ この高抵抗層の厚さをV=0の時のCの値とc軸方向の静電誘電率 ϵ_{μ} =7.6⁽¹²⁾より見積ると試料#GS-0101に対しては2.7 μ m、#GS-0207に対しては2.6 μ mとなる。この値にはしかし、p-GaSeと高抵抗GaSe間の遷移領域も含まれている。従って逆バイアスを印加していくと、電圧の一部はこの遷移領域に印加されるので、そのため容量がわずか減少するものと思われる。

順方向では次のI-V特性で述べるように空間電 荷制限電流(SCLC)が流れている。このSCL Cによって順方向の容量が増加するものと思われる が、容量の周波数依存性を測定していないので詳細 は不明である。

3-2 I-V特性

図-3、4に、 GaSe-SnO2 ヘテロ接合の代表



図-3. 試料#GS-0101の順方向I-V特性
 289Kでは矢印で示した電圧で電流の
 急増が起る。



図-4. 試料#GS-0207の順方向I-V特性 矢印は285Kで電流の急増が起る電圧 を示す。

的な順方向 I - V特性を示す。試料は図- 2に用いたものと同じである。図から明らかなように I - V特性は低電圧側から 5 つの領域から成っている。即ち(1)オーミック領域、(2) IaV^2 領域、(3) IaV^n 、n>3領域、(4) IaV^2 領域、(5)電流が急増する領域である。(1)~(4)までの特性は、順方向 I - V特性は S C L C によって説明出来ることを示している。単一トラップレベルを持った絶縁体中の S C L C に対するLampertの理論を適用することによって、高抵抗層の重要な物理的情報を得ることが出来る。領域(3)から(4) へ移る閾値電圧 V_{TFL} はLampert⁽¹³⁾によって

$$V_{TFL} = \frac{1}{2} \quad \frac{e \ N_t \ d^2}{\varepsilon} \tag{1}$$

で与えられる。ここに e は電子電荷、 N_t はトラップ 密度、dは高抵抗層の厚さ、 ε は静電誘電率である。 d としてC - V特性より求めた値を用い、 ε として GaSeのc軸方向の値 $\varepsilon_{\prime\prime}$ =7.6 を用いる。 V_{TFL} は 試料 # G S - 0101に対しては 0.4 V、 # G S - 0207 に対しては0.8 V であるから(1)式より N_t を求めると # G S - 0101に対しては5.3 × 10¹³ cm⁻³、 # G S - 0207 に対しては1.1 × 10¹⁴ cm⁻³ となる。

又、領域(2)における電流密度は

$$J_{s} = \frac{9}{8} \mu \varepsilon_{\parallel} \frac{V^{2}}{d^{3}} \frac{N_{v}}{N_{t}} \exp\left(-\frac{E_{t}}{kT}\right)$$
(2)

で与えられる。ここに μ は高抵抗層でのキャリアの 移動度、 N_v は価電子帯の有効状態密度、 E_t は価電 子帯からはかったトラップレベルの深さ、kはボル ツマン定数、Tは絶体温度である。従って、電流は 電圧が一定であれば、ほとんど exp($-E_t/kT$)の 項に依存する。図-5は + G S - 0101に対しては 0.08 V、 + G S 0207に対しては 0.15 V における電 流を温度の逆数に対してプロットしたものであるが、 図に明らかなようにほとんど直線となっている。こ の直線の傾斜から E_t を求めると + G S - 0101に対 しては 0.57 eV、 + G S - 0207に対しては 0.38 eV と求 まる。

最近p型 GaSe のホールトラップが Manfredotti ⁽¹⁰ らによって報告された。彼等は室温におけるSCL



Cの測定から3つのトラップレベルを見出している。 これらのレベルのエネルギーは価電子帯より0.543 eV、0.465eV、0.421eV、であり、その密度はそれぞ $h5.5 \times 10^{12}$ cm³ 8.4 × 10^{2} cm⁻³ 1.2× 10^{2} cm⁻³ である。 我々の今求めた値とこれらを比較してみると、レベ ルのエネルギー値は近い値にあるが、密度は我々の 値の方が彼等の値よりかなり大きい。我々は15個の 試料について測定しているが、 E_t および N_t は試料 毎に異なった値が得られ、彼等の得たトラップと同 じものであるかどうかは明らかでない。

順方向電圧1~1.5 V以上の領域(5)では電流が急 増する。この電圧は温度、試料によって異なるが285 K附近ではほぼ1.5 V前後である。(図中矢印)。 電流の急増と共にしばしば負性抵抗現象も現われる。 Tredgoldら⁰⁰はGaSeのc軸に平行に電流を流した時、 スイッチング特性が観測されたことを報告し、その 原因はディスロケーションや積層欠陥によって禁制 帯中に連続の局在状態が導入されるためであるとし ている。これはアモルフアスにおけるモビリティギ ャップ的な考えである。一方、CingolaniとRizzo⁽¹⁸⁾ はGaSeのc軸方向でやはり負性抵抗を観測している。 彼等によればその原因は機械的な欠陥が不均一に試 料中に存在することによって伝導度が不均一になり そのため高電界ドメインが形成されることにある。 我々は領域(5)の電流の急増はこれらと以た現象と考 えているが、電圧が高くなると、試料作成中に入り こんだ機械的欠陥によって、電流フィラメントが形 成されるものと考えられる。事実、後に述べるよう に電界発光は更に高電圧において不均一なスポット 状に観測される。

3-3 光電特性とバンド構造

図-6は 275Kにおける電界発光(E.L)と光起 電流(1_{ph})スペクトルである。E.Lの測定には周 波数1KHz、パルス巾40µ.secのパルス電圧を用い





た。又、分光器はNikonのG 250モノクロメーター を用い、フオトマルは浜松テレビのR-376 を用い ている。E. LスペクトルはこのR-376 の出力を ロックインアンプ(PARのHR-8)で増巾し記 録計に書かせた。光電流スペクトルは光源としてタ ングステンランプを用い試料に直列に電流計(東亜 電波PM-18C)を入れその出力をやはり記録計に 書かせた。この実験方法は次の3-4節においても 同様である。

E. Lは順方向電圧の時にのみ観測される。その 発光の様子は SnO2 側から見ると不均一なスポット 状であるが、光は SnO2 とGaSe の界面からも放射 されてくる。図は SnO2 側から出てくる光のもので ある。室温に近い温度での発光を観測したのはこれ が始めてと思われるがその発光強度は極めて弱い。

E. Lも I ph も共に615nm(2.015eV) 近傍に最大 値を示している(図の矢印参照)。このエネルギー は自由励起子吸収のエネルギー値に一致している。 従ってこのピークはE. Lの場合には励起子準位を 介しての再結合に、I ph の場合には吸収で生成された 励起子が解離して自由キャリアになる過程によるも のと考えられる。

更に高エネルギー側ではIph は SnO2の吸収端に対応する350 n m附近までほぼフラットな応答を示す。 又、その極性は常に GaSe 側が SnO2 側に対して正になるように発生する。



Seのバルク側からホールが高抵抗層に注入されSC LCが流れる。更に高電圧になると高抵抗層内にホ ールの蓄積が起り、SnO2 側より注入されてくる電 子との再結合確率が増大し、E.Lが観測されるよ うになる。このような高注入レベルでは電流は恐ら くフィラメント状に流れているものと思われる。

3-4 低温におけるE.L.スペクトル

図-8に77Kの、図-9に4.2 KにおけるE.L
 とIph のスペクトルを示す。試料はいづれの温度で
 も液体窒素、液体へリウムにじゃぶづけされている。
 測定方法は3-3節と同様である。77Kで見られる



591nm附近のピークは275 Kの場合と同様自由励起子 によるものである。I ph には他に変った所はない。 しかし、E. Lにはこれ以外低エネルギー側にいく つかの発光帯がみられる。608nm(2.04eV)、688nm (1.80eV)にブロードなピークを持つ発光帯はそれ ぞれ0.08eV,0.32eVだけバシドギヤップエネルギー (2.12eV)より小さいがこれはアクセプタレベルへ の電子の遷移によるものと思われる。我々は以前電 流磁気効果の測定よりこれに近い値を持つアクセプ タレベル(0.075eVと0.29eV)⁽³⁾を見出している。

図-9の4.2KにおけるE.Lスペクトルは非常 に多くの発光線から構成されている。L1としるし た発光は自由励起子によるものである。Int はこの 点で極少値を示すが試料によってはこの点で極大値 を示す場合もある。さて、275 K、77 Kではピーク を示していた自由励起子による発光線が4.2 Kでは 極めて小さくなるがこれは GaSe の自己吸収による 効果と更に、この温度では自由励起子が不純物に束 縛されて束縛励起子となるためと考えられる。L の低エネルギー側の多数の発光線の強度の大小関係 は試料によって異なるが、エネルギー位置には再現 性がある。このような発光スペクトルは Mercier ら、 仁科らによってフォトルミネッセンスでも観測され ているが Mercierらは間接遷移型のドナーアクセプ ターペア(D-Apair)発光、又、仁科らは間接遷 移型の束縛励起子発光であるとしている。

表 - 1 4.2 K における電界発光スペクトルのピー ク位置

	λ(nm)	E(ev)		$\lambda(nm)$	E(ev)	Li-Ri
L 1	589.6	2.110	R ₁	597.6	2.077	33mev
L ₂	590.6	2.099	R ₂	600.0	2.066	33
L ₃	594.0	2.087	R ₃	602.8	2.057	31
L ₄	595.5	2.081	R ₄	605.3	2.048	33
L ₅	599.5	2.068	R ₅	608.5	2.037	31

表-1は図-9のE.LスペクトルにLi、Riと矢 印で示した発光線の位置の波長とエネルギーを示し たものである。更に最右列にはLiとRi発光線のエネ ルギー差を載せてある。この値は31~33meVであり、 これは Yoshida らが ラマン散乱の実験より 求 めた GaSe のΓ点におけるL. 0フオノンエネル ギー 31 meVとほぼ等しい値である。従って、発光 スペクトルの電流依存性、温度依存性等を更に測定 しなければ詳細は不明であるが、L2~L5はアクセプ タに束縛された直接遷移型束縛励起子発光、又Ri はLiのL.0フオノンレプリカであると考えられる。

5. 結 言

SnO₂をスプレー法でGaSeのc面上につけること によって、GaSe-SnO₂へテロ接合を作製しその C-V特性、I-V特性、光起電力効果、電界発光 について報告した。200 K以上でのこの接合の電流 輸送機構は高抵抗層 GaSe 中のSCLCによって支 配されていると考えられ、Lampertの理論を適用す ることにより GaSeのトラップレベル、トラップ濃 度を求めた。又低温における電界発光スペクトルは 多数の発光線を持ち、これらは自由励起子、束縛励 起子およびそのL.0フォノンレプリカであると考 えられることを示した。

参考文献

- R. Fyvaz and E. Mooser : Phys. Rev. 163 (1967) 743.
- (2) K. Nakao , H. Kamimura and Y. Nishino : Nuovo Cimento LXIII B (1969) 45.
- (3) C. Tatsuyama, C. Hamaguchi, H. Tomita J. Nakai: Japan. J. appl. Phys. 10 (1971) 1698.
- (4) Y. Sasaki, C. Hamaguchi, A. Maritani and J. Nakai
 : J. Phys. Soc. Japan 36 (1974) 179
- (5) M. Hayek, O. Brafman and R.M.A. Lieth : Phys. Rev. B8 (1973) 2772
- (6) M. Schlüter : I L Nuovo Cimento 13B (1973) 313
- G. Ottaviani, C. Canali, F. Nova, Ph. Schmid,
 E. Mooser R. Minder and I. Zschokke : Solid State
 Commun. 14 (1974) 933
- (8) E. Mooser and M. Schlüter : IL Nuovo Cimento 18B (1973) 164
- (9) V.L. Cardetta, A.M. Mancini, C. Manfredotti and A. Rizzo: J. Cryst. Growth 17 (1972) 155.

- Y. Nishina , N. Kuroda and T. Fukuroi : Proc. Intern. Con. Physics Semiconductors , Moscow , 1968, ed. S.M. Rivkin (Nauka , Leningrad , 1968) p 1024.
- Ph. Schmid , J.P. Voitchovsky and A. Mercier : Phys. Status solidi (a)21 (1974) 443.
- (12) P.C. Leung, G. Andermann and W.G. Spitzer : J. Phys. Chem. Solids 27 (1966) 849.
- (B) B. Binggel: and H. Kiess: J. appl. Phys. 38 (1967)
 (1967) 4984.
- (14) S. Kamuro, C. Hamaguchi, M. Fukushima and J.Nakai: Solid-state Electronics 14 (1973) 1183.
- (15) M.A. Lampert : Phys. Rev. 103 (1951) 1648.
- (16) C. Manfredotti, R. Murri and A. Rizzo: Phys. Rev.B 10 (1974) 3387.
- (17) R.H. Tredgold , R.H. Williams and A.Clurk : Phys.
 Status Solidi (a) 3 (1970) 407.
- (18) A.Cingolani and A. Rizzo : IL Nuovo Cimento
 LXIII B (1969) 661.
- (19) J.P. Voitchovski and A. Mercier : 1L Nuovo Cimento **2 2 B** (1974) 273.
- (20) 黒田、仁科:日本物理学会第30回(1975年春)年会予稿3
 P-Q-1.
- (21) H. Yoshida, S. Nakashima. and A. Mitsuishi : Phys. Status solidi (b) 59 (1973) 655.
 - 日本物理学会.応用物理学会北陸支部連合大会(1974-11)にて一部発表。
 - 日本物理学会年会(1975-4)にて一部発表。