ョウ素を用いた化学輸送反応法によるZnSe 結晶の

フォトルミネセンス (第一報)

肥後 悟・岡茂八郎*・沼田 正・青木昌治** (受理 昭和54年5月31日)

PHOTOLUMINESCENCES OF ZnSe CRYSTALS GROWN BY CHEMICAL TRANSPORT METHOD WITH IODINE (REPORT 1)

Satoru HIGO, Mohachirō OKA, Tadasi NUMATA and Masaharu AOKI

ZnSe crystals were grown by a chemical transport method with iodine. These crystals obtained above method, were zincblended (cubic) structure.

These crystals were heated in molten zinc at 1000° C for four and eight hours to decrease the resistivities of ZnSe crystals, and then diffused tellurium at 1000° C for two hours to investigate the effect of tellurium diffusion on photoluminescence properties.

As the results of heat treatment and diffusion treatment; we certified that the resistivities of ZnSe crystals decreased from $10^7 \, \Omega \cdot \text{cm}$ to $20 \, \Omega \cdot \text{cm}$ after heat treatment in molten zinc for eight hours, and that a peak position of photoluminescence spectrum of ZnSe crystal diffused tellurium, shifted to a short wave length range at 77 K and 4.2 K.

1. まえがき

II-VI族化合物半導体である ZnSe は、大きいエネ ルギーバンドギャップ (室温で 2,715eV¹⁾)を有する ため、GaN、SiC、ZnS などとともに青色発光可能な 半導体材料²⁾の一つである.しかしエネルギーバンド ギャップの大きい半導体は結晶成長が高温で行われる ために、蒸気圧が高く、格子欠陥や不純物の制御が困 難であること、また p 形、n 形両方の伝導形の結晶を 得にくいために pn 接合の形成が困難であることなど 問題がある.

最近, これらの問題解決のための研究がなされていて、たとえば、ZnSe へのLi³⁾, N⁴⁾⁵⁾⁶⁾, P⁷⁾⁸⁾などのイオン注入による p 形層の形成, また Ga, In, Tl などの熱拡散による p 形 ZnSe の形成, ZnS_xSe_{1-x}pn 接合ダイオードの作成⁹⁾¹⁰⁾ などの報告がある.

われわれは青色発光ダイオードの作成研究の第一歩 として、結晶成長が比較的低温でも容易であるⅠ₂を輸

- * 鹿児島大学大学院電子工学専攻
- **東京大学工学部電子工学科

送媒体とする化学輸送反応法¹¹⁾を用いて ZnSe 結晶を 育成し, この結晶の溶融 Zn 中での熱処理および Te の熱拡散処理が ZnSe 結晶の抵抗率およびフォトミネ センス (PL) スペクトルにおよぼす効果を調べたので 報告する.

2. 実験方法および実験結果

I₂を輸送媒体とする化学輸送反応法による ZnSe 結晶の育成

ZnSe (融点 1515℃) は ZnS, CdS などと同様, 高温では蒸気圧が高く常圧下では溶融させることがで きない.

本実験で用いた I₂ を輸送媒体とする化学輸送反応 法は比較的低温(約 900℃)で格子欠陥の少ない良質 の結晶の育成が可能である.

原料として使用した ZnSe 粉末(純度99.999%)は 多量の水分を吸着し、遊離した Zn, Se および ZnO を含んでいる.これらを除去するため、真空中(真空 度 10⁻⁵Torr) 1000℃ で5時間の昇華処理を行った.

原料封入用アンプルの材質は透明石英ガラスである。



アンプルは不純物混入の最大の源と考えられること から, HF+5HNO₃ 混合液で洗浄,水洗ののち,真空 中(真空度 10⁻Torr), 1100℃ で5時間の空焼きによ り浄化した.

ZnSe 結晶の育成は、上記の昇華処理をした ZnSe 粉末25gと I₂ (純度 99.999%) 100mg とをアンプル (直径 2cm ϕ , 長さ 10cm) に真空封入(真空度 10⁻⁶ Torr)し、図1の温度分布をもつ横型電気炉に入れ、 最初、結晶成長部に付着した微量の原料を除去し、こ の部分を清浄にするために、結晶成長部温度 T₁を 915℃に原料注入部温度 T₂を 820℃(温度差 dT を 約95℃に保ち、逆輸送反応を 2 日間行った. つぎに炉 内のアンプルを移動して T₁, T₂の温度分布を変えて、 順輸送反応を 5 日間行って結晶成長させたのち、アン プル温度を冷却速度 60°C/H で室温まで降下させた.

ZnSe の結晶成長は次の反応式により行われる.

$$ZnI_{2}(g) + \frac{1}{2}Se_{2}(g) \stackrel{L}{\underset{H}{\leftrightarrow}} ZnSe(s) + I_{2}(g)$$
$$H$$
$$I(g) \stackrel{L}{\underset{H}{\leftrightarrow}} \frac{1}{2}I_{2}(g)$$

ここで(g)は化合物のその温度でのガス状態を,(s)



図 2 I₂ を輸送媒体とする化学輸送反応法で育成 した ZnSe 結晶

は固体の状態を意味する.

結晶成長部温度が原料注入部温度より低い状態では 右向きの反応が起り, ZnSe 結晶が成長する. 逆の温 度分布のばあいは左向きの反応が起る.

結晶成長部に育成した結晶は閃亜鉛鉱構造の黄色の ZnSe 結晶であった.図2に育成した結晶の一例を示 す.

2. 2 ZnSe 結晶の溶融 Zn 中での熱処理

育成した as-grown の ZnSe 結晶は室温で抵抗率 9.5×10⁶ Ω ·cm の高抵抗を示した. これは主に, 結晶 成長時に生じた Zn 空孔と Se 空孔による自己補償効 果のためと考えられる.

Zn 空孔を減少させ、低抵抗にするとともに発光に 対して有害な不純物や格子欠陥をとり除くために、つ ぎのような溶融 Zn 中での熱処理を行った。

まず as-grown の ZnSe 結晶をへき開面 (110面) に沿って切りだし、Al₂O₃ (0.3 μ m) で研摩し、大き さ2×3×1.5 mm にしたのち、30% NaOH 煮沸溶液 で10分間エッチングした. つぎに10 g の金属 Zn (純 度99.999%) とともに上記 ZnSe 結晶をアンプル中に 真空封入し、1000℃で4~8 時間の熱処理を行った.

2. 3 ZnSe 結晶への Te の拡散

ZnSe 結晶への Te の拡散はつぎの方法で行った. 前述の溶融 Zn 中, 8時間熱処理低抵抗化した ZnSe 結晶と金属 Te (純度 99.999%) とを真空封入したア ンプルを電気炉に入れ,炉温度を1000℃まで上昇し, この温度を2時間保持し Te の熱拡散を行った.

そののち, 冷却速度 20°C/H で500℃まで徐冷した. ZnSe 結晶を金属 Te と分離するためにアンプルの一 端を炉の低温部(温度 300℃)に置き, 金属 Te が分 離したのち, アンプルを炉から引き出し室温まで急冷 した. なお, ZnSe 結晶表面に付着した金属 Te は500 ℃で30分間真空排気して除去した.

2. 4 ZnSe 結晶の発光特性の測定

ZnSe 結晶に含まれる発光中心の種類やその性質を 知るうえでフォトミネセンス (PL) スペクトルの測定 はきわめて有効である.

PL スペクトルの測定に使用した装置を図3に示す. 励起光には He-Cd レーザー光の 325nm の波長を用いた.発光スペクトルは回折格子形分光器と光電子増

168



図3 発光スペクトル測定装置 L₁,L₂:レンズ, F₁,F₂:フイルタ, S₁,S₂:スリット, G:回折格子

倍管を用いて as-grown 結晶, 溶融 Zn 中で熱処理 した結晶 (ZnSe: Zn) および Te を熱拡散した結晶 (ZnSe: Te) について 4.2K, 77K および 300Kの各 温度で測定した.

図4に as-grown 結晶と ZnSe: Zn 結晶の室温で の PL スペクトルを示す.

as-grown 結晶では波長 663 nm (光子エネルギー





1.87eV) にピークをもつブロードな発光が観測された. この as-grown 結晶を溶融 Zn 中で1000℃, 4 時間 および 8 時間熱処理することにより,発光ピークはそ れぞれ 650nm (1.91eV), 640nm (1.93eV) に移動 した.

図5に ZnSe: Zn 結晶の 4.2K, 77K および 300 K の各温度での PL スペクトルを示す.

77K および 300K ではそれぞれ波長 630nm (1.93 eV), 642nm (1.97eV) にピークをもつブロードな発 光が観測された.

4.2K では、波長 620nm (2.00eV) に最大ピーク をもつ発光が、波長 550nm (2.25eV) に第二の発光 がさらに波長 464nm (2.67eV) に第三の発光がわず かに観測された。

図6に ZnSe: Te 結晶の 4.2K, 77K および 300 K の各温度での PL スペクトルを示す.

300K では波長 652nm (1.9eV) にピークをもつブ



ロードな発光が観測されたが 77K および 4.2K では, この波長の発光は減少し, 波長 495nm (2.50eV) 付 近にピークをもつ発光が観測された.

3. 実験結果の考察

3.1 溶融 Zn 中での熱処理の効果

ZnSe の as-grown 結晶 (抵抗率 9.5×10⁶.Q.cm) を溶融 Zn 中で1000℃で4時間および8時間熱処理し た結果, ZnSe 結晶の抵抗率はそれぞれ 1.5×10².Q. cm, 20.Q.cm に抵下した. このことから Zn 空孔は かなり減少したことが推測される.

3. 2 ZnSe 結晶への Te の熱拡散の効果

ZnSe: Zn 結晶に Te を熱拡散した試料のX線マイ クロアナライザーの分析の結果, Te の拡散距離は Zn Se 表面から 500Å 以内で拡散濃度は約0.5atm % で あった.

後述するように Te を熱拡散することにより PL ス ペクトルのピークは低温において,短波長(高光子エ ネルギー)側へずれることが確認された.

3. 3 ZnSe 結晶の発光特性

図4の 663nm, 650nm および 640nm にそれぞれ ピークをもつ発光は、いずれも Cu をアクセプタとす るドナーアクセプタ再結合による、いわゆる Cu-Red のブロードな発光である。(ドナ準位は Al などの不純 物によるものである。)

したがって溶融 Zn 中での熱処理は前述した低抵抗 化にはかなりの効果があったが,発光に有害な不純物 などの減少にはあまり効果がなかった.このことはむ しろ原料粉末中に含まれている不純物あるいは結晶成 長,熱処理などの過程で導入された不純物や格子欠陥 が光学的に活性な不純物中心として作用したものと考 えられる.

図5の77K および 300K では同じく Cu-Red の 発光が主である.

4.2K での波長 550nm の発光は Cu をアクセプタ とするドナーアクセプタ再結合による,いわゆる Cu-Green の発光で,波長 464nm の発光は自由電子とア クセプタに捕えられた正孔との再結合による FB(free to band recombiation)の発光である. この FB の 発光強度は温度の上昇とともに低下し,室温では観測 されないが.

図6の4.2K および77K での波長495nm 付近の 発光は Se 原子と置換した Te 原子対による電子一正 孔再結合の発光である¹³⁾.

4. まとめ

 I_2 を輸送媒体とする化学輸送反応法で育成した Zn Se 結晶の溶融 Zn 中での熱処理および Te の熱拡散 が ZnSe 結晶の抵抗率およびフォトミルネセンスにお よぼす効果について調べた.その結果,溶融 Zn 中で 熱処理することにより,ZnSe 結晶の抵抗率は 100万 分の1に減少し,低抵抗化の効果があった.しかし発 光特性はさほど改善されていない.この原因は ZnSe 結晶の育成,熱処理などの過程での不純物の混入に起 因しているものと考えられる.

Te を熱拡散することにより発光特性が低温で高エ ネルギー側へずれることが確認できた.以上の結果よ り今後の課題としてはより良質の ZnSe 結晶を育成す ることおよび ZnTe 基板上に ZnSe 結晶をエピタキ シャル成長させ, ヘテロ接合を作成して正孔の注入を 増加させ,発光強度を大きくすることである.

5. おわりに

X線アナライザー分析では教養部根建助教授にお世 話になりました.

文 献

- 青木・佐野・蟹江・荻野:青色発光素子用半導体,応用物理学会結晶工学分科会第68回講演会資料, p. 1, 1976.
- J.C. Bouley, P. Blanconnier, A. Herman, Ph. Ged, P. Henoc and J. P. Noblanc.: Luminescence in Highly Conductive n-type ZnSe, L. Appl. Phys., 46, No. 8, p. 3549, 1975.
- Y.S. Park and C.H. Chung: Type Conversion and p-n Junction Formation in Lithium -Ion-Implanted ZnSe, Appl. Phys. Lett., 18, No. 3, p. 99, 1971.
- 4) C. H. Chung, H. W. Yoon, H. S. Kang and C. H. Tai: N-Ion Implantation into ZnSe, Ion Implantation in Semiconductors, ed. S. Namba, p. 253, 1975, Plenum Press, New York.
- 5) M. Yamaguchi and A. Yamamoto: Blue

Electroluminescence from a ZnSe MIS Structure, Japanese J. Appl. Phys. 16, No. 1, 1977 p. 77.

- 安達・町・中野: ZnSe: N⁺ のアニーリング効果, 第23回応用物理学会連合講演会予稿集2, p. 19, 1976.
- Y. S. Park and B. K. Shin: Injection Electroluminescence in Phosphorous-Ion-Implanted ZnSe p-n Junction Diodes, J. Appl. Phys., 45, No. 3, p. 1444, 1974.
- S. Adachi and Y. Machi: Energy Level Study of Phosphorous-Ion-Implanted ZnSe, J. J. Appl. Phys., 14, No. 10, p. 1599, 1975.
- R. J. Robinson and Z. K. Kun: p-n Junction Zinc Sulfo-Selenide and Zinc Selenide Light -Emitting Diodes, Appl. Phys. Lett., 27, No. 2, p. 74, 1975.

- Z.K. Kun and R.J. Robinson: Some Characteristics of the Formation of High Conductive players in ZnSe and ZnS_xSe_{1-x}, J. Electron. Mat., 5, p. 23, 1976.
- S.G. Parker and J.E. Pinnell: Growth and Properties of ZnSe Crystals by Chemical Transport, Trans. of the Metallurgical Society of AIME 245, March, 1969.
- 12) M. Aoki, M. Washiyama and K. Sato: SOLUTION GROWTH OF ZnS, ZnSe, CdS AND THEIR MIXED CRYSTALS PHOTO-LUMINESCENCE OF SOLUTION GROWN ZnS:Te, ZnSe:Te AND CdS:Te. Tech. Rep. No. 318/125th Committee (Conversion Light and Electricity) Japan Soc. for Promotion of Science.