

白色 LED 開発のための新規蛍光体におけるEu イオンの 3+から2+への価数変化と局所構造

中野裕美¹⁾、古谷彰平¹⁾、横山宣幸¹⁾、山田鈴弥²⁾ 1)豊橋技術科学大学、2)デンカ(株)

1. 測定実施日

2016年	8月2日	10時~18時30分	(2シフト),	BL5S1
2016年	11月22日	10時~18時30分	(2シフト),	BL5S1
2016年	12月2日	10時~18時30分	(2シフト),	BL5S1

2. 概要

今回、新規蛍光体材料として① $Ca_{2-x/2}(Si_{1-x}P_x)O_4$:Eu ② $Zn_2(Ti_xSn_{1-x})O_4$:Eu の合成・研 究を行った。シンクロトロン光 (ビームライン BL5S1)を用いて、Eu イオンの価数状態 は L_3 -edge の XANES により、また局所構造については Eu₂O₃ の動径構造関数を EXAFS 測定とシミュレーション値から、それぞれ知見を得ることができ、蛍光体の発光特性と 結晶構造の関係を明らかにすることができた。ここでは紙面の関係上、②についてのみ 報告する。

3. 背景と研究目的

白色 LED は、この 20 年間で著しい発展を遂げ、市場規模は拡大傾向が続き、今や産 業界をリードする分野であり、蛍光体材料研究が進んでいる。最近では、多様化する用 途に応じて新規蛍光体材料開発の新たな展開に期待がかかっている。ZnO は、ワイドギ ャップ半導体として知られているが、種々の金属添加により高輝度蛍光体が合成され、 フラットパネルディスプレイ用として注目されている¹⁾。Zn₂SnO₄ は、半導体材料とし て広く応用されているが蛍光体への応用はまだ少なく、Zn₂SnO₄:Eu³⁺蛍光体は、水熱合 成法による報告がある²⁾。一方、Zn₂TiO₄については、ゾル-ゲル法により Eu、Er、Tm を添加したナノ結晶化の研究が報告されているが、蛍光体特性については議論されてい ない³⁾。 今回、著者らは新規蛍光体母体材料として、Zn₂(Ti_xSn_{1-x})O₄固溶体に着目した。固溶体 を母体材料に使うメリットとして、最適組成を容易に検討できることが挙げられる。固 相法において反応性を向上させるため、遊星型ボールミルを使用し、出発原料粉末の粒 子サイズをできるだけ微細化することを試みた。結果として遊星型ボールミルで得られ る最少サイズにまで初期粒子を粉砕・混合することにより、Sn比率の高い蛍光体では、 Eu³⁺イオンの4f-4f遷移による赤色蛍光体を合成することができた。さらに、初期粒子サ イズや組成を変えることにより、発光色が変化した。蛍光体では、結晶構造と発光特性 は密接な関係にあることより、組成の違いや反応性の差により生じた発光色の差を、シ ンクロトロン放射光、XRD等による詳細な解析を用いて、結晶構造のサイト工学的観 点から詳しく考察した。

4. 実験内容

出発物質は、 ZnO、SnO₂、TiO₂、Eu₂O₃(>99.0%)を用い、(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_xSn_{1-x})O₄(0 \leq x \leq 1.0)の組成比に基づいて秤量した後、遊星型ボールミル (PULVERISETTE6, FRITSCH) を使って粉砕・混合を行なった。ボールミルによる混合は、ジルコニア製容器 (80 mL) に原料粉末とジルコニアボール (2 mmφ, 0.65 mmφ, 0.1 mmφ以下) を入れて、エタノールにより数時間の粉砕・混合を行なった。この混合粉末を十分に乾燥させた後プレス

成形をし、1073 K で 2 時間熱処理後、1473 K で焼成時間を変えて (3 - 27 時間) 焼成 を行なった。得られた蛍光体は、分光蛍 光光度計 (F-7000, HITACHI)、XRD (RINT-2500, Rigaku)、SEM (SU8000, HITACHI)、を用い、発光特性及び組織観 察を行った。また、シンクロトロン放射 光(あいちシンクロトロン光センター)の BL5SI において、蛍光 XAFS 法では検出 器としては 7 素子 SSD を用い、Eu の LIII の吸収端に注目して XAFS 測定を行った。



Fig. 1 SEM images of $(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Sn_{0.7}Ti_{0.3})O_4$, (a) d50 = 0.524 µm and (b) d50 = 0.080 µm

5. 結果および考察

Atom	OX	Site	x	у	z	SOF
Zn1	+2	8b	0.375	0.375	0.375	1
Zn2	+2	16c	0	0	0	0.5
Sn/(Ti)	+4	16c	0	0	0	0.5
0	-2	32e	0.2416	0.2416	0.2416	1

Table 1 Atom positional of Zn₂(Ti,Sn)O₄⁴⁾



Fig. 2 Emission and excitation spectra of $(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_xSn_{1-x})O_{4.}(a) \ x = 0$, (b) x = 0.3, (c) x = 0.7 and (d) x = 1.0



Fig. 3 EXAFS data of $(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_xSn_{1-x})O_{4\pm\delta}$.

まず、粉体の初期粒子サイズと 発光特性の関係について検討し た。(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Sn_{0.7}Ti_{0.3})O₄の組成 比に基づいて原料を秤量し, 遊星 型ボールミルでの粉砕・混合条件 (ボールサイズ、回転数、粉砕時間) を変化させることにより、様々な 粒子サイズの粉体を準備した。 SEMにより代表的な粉体の粒子形 状を観察した結果をFig. 1に示す。 5 mmgや2 mmgのような比較的大 きなボールを用いて短時間で粉砕 した粉体は、平均粒子サイズが約 0.50 µm程度であった。それに対し て、0.1 mmφ以下の小さいビーズを 用いて長時間粉砕することにより、 平均粒子サイズが約0.08 µmの粉体 を作製することに成功した。

次に、蛍光体の母体組成の違い による発光特性を比較した。 (Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_xSn_{1-x})O_{4±δ} (0 $\leq x \leq$ 1.0)の組成比に基づいて原料を秤 量し、初期粒子サイズが約0.08 μ m となる条件で初期粉末を作製した。 これらの粉体を用いて作製した蛍 光体の励起・発光スペクトルをFig. 2 ($\lambda_{ex} = 374$ nm, $\lambda_{em} = 570$ nm) に示 す。その結果、Snの比率が高い組 成の蛍光体は、Eu³⁺イオンの4f-4f 遷移による赤色発光を示した。これに対 し、Ti比率が高い組成の蛍光体は、母体 結晶による黄色発光を示した。Ti比率が 高い場合にも赤色発光が観察されたが、 Sn比率が高くなると母体結晶発光が消 える傾向を示した。この理由については、 Table 1に示すように、Euの固溶サイトに は8bと16cとがあり、TiとSnのイオン半径 の差により、サイトもしくは占有率が変 化することに起因すると考えられる。Ti が多い時には16cサイトにEuは入りにく いため、Znサイトの欠損により母体発光 を示すと考えられる。一方で、Snが多い 時は16cサイトにもEuが入り、母体結晶 の欠損を減らすことで赤色発光のみを





示したと考えられる。Euイオンの配位環境の変化など詳細な解析について、EXAFSを 用いた測定・解析を行った。ATHENAによる動径構造関数の計算値と測定値をFig. 3に 示す。その結果、(Zn_{1.94}Eu_{0.04}) TiO₄のように、Euが4配位に入ることにより、Znサイト に欠陥を形成して黄色発光をしたことを支持する結果を得ることができた。また、Sn が多くなると6配位のサイトにも入り、(Zn_{1.98}Eu_{0.02}) (Ti_{0.3}Sn_{0.68}Eu_{0.02})O₄のように母相の 欠陥量が減り、赤色発光を示した実験事実と一致する結果となった。

次に、3-27時間まで焼成時間を変えて焼成した蛍光体を作製した。焼成時間の異なる(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_{0.3}Sn_{0.7})O₄, (Zn_{1.96}Eu_{0.04})TiO₄の励起・発光スペクトルをそれぞれFig.4に示す。その結果、(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_{0.3}Sn_{0.7})O₄, (Zn_{1.96}Eu_{0.04})TiO₄をu_{0.04})TiO₄ともに焼成時間を長くすることで450-650 nmの波長範囲内の発光強度が低下し、700-800 nmの赤外領域の強度が向上する傾向を示した。TsaiらはZn₂SnO₄:Eu蛍光体を大気中で作製し,Eu³⁺がEu²⁺に還元されたと報告している⁵⁾。そこで、Eu³⁺が焼成中にEu²⁺に還元された可能性を検討した。シンクロトロン光によるXANES測定を行い、母体中のEuの価数を検討した結果、(Zn_{1.96}Eu_{0.04})(Ti_{0.3}Sn_{0.7})O₄, (Zn_{1.96}Eu_{0.04})TiO₄のどの試料からもEu²⁺を確認することはできなかった。よって、これらの蛍光体の長時間焼成によるピークシフトはEu³⁺がEu²⁺に還元されたことによるものではないと結論付けた。このピークシフトの要因は、長時間熱処

理を行うことで、Euの固溶サイトに変化が生じ、母体の欠損状況が変化したことに起因 すると考えられる。

6. 今後期待される効果・波及インパクト

今回得られた蛍光体の詳細な結晶構造と発光特性の関係については、今後の新材料設計において有益な情報となり、シンクロトロンによる測定・解析技術が、蛍光体分野に も浸透することが期待できる。

謝辞:本研究遂行においてご協力を賜りました、SRセンターの東博純様、田渕雅夫 教授、ビームライン BL5S1 のスタッフの皆様に心から感謝申し上げます。また本研究 の一部は、科学研究費 基盤 (c) No. 16K06721) からの研究助成により遂行したので記 して敬意を表す。

参考文献

- 1) Inoue, K., M. Shoyama, M. Murayama and Y. Torii: Japanese Patent Application No. 2005-50456.
- 2) Fu, Z., H. K. Yang, B. K. Moon, B. C. Choi and J. H. Jeong: *Current Appl. Phys.*, **9**, 1360-1364 (2009).
- 3) Mrzek, J., L. Spanhel, M. Surynek, M. Potel and V. Matejec: *J. Alloys and Comp.*, **509**, 4018-4024 (2011).
- Jeyadheepan, K. and C. Sanjeeviraja: "Preparation and Crystal Structures of Some Compounds: Powder X-Ray Diffraction and Rietveld Analysis", *Journal of Chemistry*, 2014, 1-6 (2014).
- 5) Y. Chen, Y. Chang, B. Tsai: *Materials Transactions.*, 45, No. 5, 1684-1686 (2004).