ゾル-ゲルガラスで封止した Eu 錯体含有蛍光薄膜の信頼性向上

非会員 山内 修平(埼玉大学) 非会員 福田 武司(埼玉大学) 非会員 本多 善太郎(埼玉大学) 非会員 木島 直人(三菱化学科学技術研究センター) 専門会員 鎌田 憲彦(埼玉大学)

Improved Durability of Eu Chelate Encapsulated by Silica Glass Film Prepared by Sol-Gel Method

Non member Shuhei Yamauchi (Saitama University), Non member Takeshi Fukuda (Saitama University), Non member Zentaro Honda (Saitama University), Non member Naoto Kijima (Mitsubishi Chemical Group, Sci. Tech. Res. Center, Inc.) and Fellow member Norihiko Kamata (Saitama University)

ABSTRACT

We demonstrated an improved durability of Eu(HFA)₃(TPPO)₂ [tris(hexafluoroacetylacetonato)- europium(III) 1,2-phenylenebis(diphenylphosphine oxide)] encapsulated by a sol-gel derived silica glass film. The film was constructed using phenyltrimethoxysilane and diethoxy- dimethylsilane as a starting solution. Unlike cases in which conventional tetramethoxysilane is used, no decrease in internal quantum efficiency was observed at room temperature. We further improved the thermal and long-term stability of Eu(HFA)₃(TPPO)₂ inside the transparent glass film at elevated annealing temperatures when compared to the Eu(HFA)₃(TPPO)₂ powder itself: The photoluminescence quantum efficiency of the transparent film was 60% at 160°C and 32% at 200°C. Properly prepared glass networks protect the Eu chelate from free oxygen and water in the transparent glass film, which is promising for future practical applications.

KEYWORDS: sol-gel process, Eu chelate, thermal durability, organic-inorganic hybrid material

1. はじめに

白色発光ダイオード (LED: Light Emitting-Diode) は,広く一般家庭に普及している白熱灯や蛍光灯と比較して,高い発光効率や低い消費電力,そして長寿命といった利点を有しており,次世代の光源として幅広い分野での応用が期待されている。この白色 LED を実現する一つの方法として,青色 LED と蛍光体を組み合わせた方式が主流になってきている ¹⁾. この方式では,蛍光体が青色 LED の発光を吸収して赤色から緑色の光を出し,この光と蛍光体を通過してきた青色の光と合成することで擬似的に白色発光を実現できる ²⁾³⁾.

この方式を利用した白色 LED は、蛍光体を通過する青色光の割合を正確にそろえることが難しいため、LED 製造時の色温度の個体差が大きくなるという欠点がある。また、色温度の制御も難しく高い演色性の白色 LED を実現することが困難である。そのため、最近では蛍光灯と同様に赤色・緑色・青色の発光を示す蛍光体を近紫外 LED で励起して、白色光を発生させるという方式が検討されており、様々な蛍光体が検討されている 4151 . 近紫外 LED で励起して純度の高い赤色発光を示す蛍光体としては Eu 錯体のグループがあり $^{51-38}$,特に tris (hexafluoroacetylacetonato) europium (III) [Eu (HFA) $_3$ (TPP0)] は波長変換の効率が高く、白色 LED 用の蛍光体として期待されている.

Eu イオンなどを用いた希土類錯体では、共役系配位子が光の吸収効率を増加させて、そのエネルギーを希土類イオンに移動する ¹¹⁾、また、希土類イオンの周囲に配位子があり、中心部分の希土類イオンを外部の消光因子から隔離し濃度消光を起こしにくくするため、高効率の発光が期待される ⁹⁾、特に、本研究で用いたEu (HFA)。(TPPO)。は Eu³+単体より吸収効率が高く濃度消光も少ないため、色純度や波長変換効率の高く近紫外 LED で励起可能な赤色蛍光体として期待されている。

Eu 錯体の実用化へ向けた課題は、有機配位子が光や熱などの外部の作用に対して敏感で有機配位子の構造変化により発光強度の低下が起こるという点である。これまでに我々の研究グループでは Eu 錯体をゾルーゲルプロセスで形成したガラス中に添加し、封止機能を付与する研究を行ってきた 10. しかし、ゾルーゲルプロセスの出発溶液に用いる各種有機溶媒の影響によって、Eu 錯体の発光特性が劣化してしまうという問題に直面している。そこで、ゾルーゲル出発溶液の組成を Eu 錯体の光学特性に影響を与えないように選定する必要があった。また、蛍光薄膜は幅広いアプリケーションが期待され、この薄膜をゾルーゲルプロセスで形成するシリカガラス (以下、ゾルーゲルシリカ)で形成することで封止性能を有する蛍光薄膜を実現することが出来ると期待される。

本論文では、Eu (HFA) 3 (TPPO) 2 を含有したゾルゲル法により形成したシリカガラス薄膜 (以下、ゾルーゲルシリカ薄膜) で封止した 蛍光薄膜の耐熱性及び光劣化特性を評価した。ここで、熱処理中に発生するクラックの生成を抑えて薄膜化を実現するために、フェニル基を有する剛直な構造の PTMS (phenyl trime thoxysilane) とポリマー状の構造の DEDMS (die thoxydime thyl silane) ローカーションを混合したものをゾルーゲルプロセスの出発溶液に用いた。その結果、Eu 錯体を化学構造を損なうことなくゾルーゲル法により形成したシリカガラスに添加し、熱や光に対する劣化を抑制し安定性を向上させることに成功したので、その結果を報告する.

2. 実験方法

2. 1 Eu (HFA) 3 (TPPO) 2添加蛍光薄膜の作製

表1 にゾルーゲルガラスで Eu (HFA)₃ (TPPO)₂ を封止した蛍光薄膜の出発溶液の組成を示す. また, 図1と図2 にそれぞれサン

プル 1 及び 2 の作製フローチャート I と II を示す. ゾルーゲルガラスの作製には3 種類のアルコキシシランとしてサンプル 1 では TMOS (tetramethoxysilane), またサンプル 2 では PTMS と DEDMS をモル比で 1:0.5 の割合で混合したものを使用した. それぞれのアルコキシシランに対して表1 の組成比で超純水 ($\rm H_2O$) と ethanol (EtOH) を混合し反応を開始させる. ここで, アルコキシシラン 1 mol に対して Eu ($\rm HFA$) $_3$ ($\rm TPPO$) $_2$ は 0.0015 mol 添加した. マグネティックスターラーを用いて一定時間攪拌した後, 石英基板上にスピンコート法を用いて成膜した. その後, Eu ($\rm HFA$) $_3$ ($\rm TPPO$) $_2$ の熱劣化特性を評価するために窒素置換したグローブボックス中で 120 から 220 $\rm C$ の条件で 2 時間熱処理を行った.

表 1 Eu (HFA)。(TPPO)。含有蛍光薄膜出発溶液の組成

Table 1 Compositional ratio of starting solution for Eu(HFA)₃(TPPO)₂ encapsulated by sol-gel glass.

	出発原料のモル比	作製フロー チャート
サンプル1	$TMOS: H_2O: EtOH=1:5:10$	I
サンプル 2	PTMS: DEDMS: H ₂ 0: EtOH=1:0.5:25:10	II

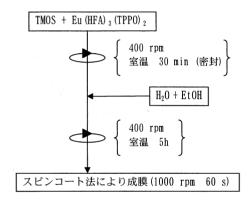


図1 作製フローチャート | Fig. 1 Fabrication flowchart I.

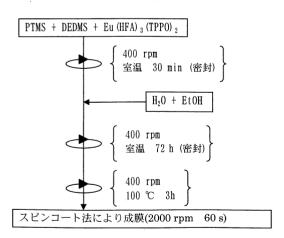


図2 作製フローチャート II Fig. 2 Fabrication flowchart II.

2.2 評価

作製した蛍光薄膜の PL 励起スペクトル, PL 量子効率及び紫外線照射時における PL 強度の経時変化をそれぞれ測定した. PL 励起スペクトルと PL 強度の経時変化は共に蛍光分光光度計 (FluoroMax-3, Horiba Jovin Yvon) を用いて測定した. PL 励起スペクトル測定時のモニタ波長は Eu (HFA) $_3$ (TPPO) $_2$ の発光スペクトルの中心波長である $614\,\mathrm{nm}^{91}$ とし、PL 強度の経時変化は中心波長 350 nm, 強度 $6.95\,\mathrm{nW/cm}^2$ の紫外光で励起した状態で測定した.また、PL 量子効率は積分球を有する発光量子効率測定装置 (QEMS-2000, Systems Engineering) を用いて、励起波長は 375 nm とした.

3. 結果

3. 1 PL 励起スペクトル

図3に120℃で熱処理を行ったサンプル1と2のPL励起スペクトルを示す.アルコキシシランとしてTMOSを用いたサンプル1では、300 nm付近のPL励起スペクトルが大きく減少するという結果になった.この結果は、ゾルーゲル反応中でEu(HFA)₃(TPPO)₂がTMOSによって劣化したことを示している.また、サンプル1ではサンプル2と比較して380から400 nmのPL励起スペクトルが低下した.これはサンプル2ではEu(HFA)₃(TPPO)₂がPTMSに溶解した状態で熱硬化されるのに対して、TMOSには溶解されないので蛍光薄膜中に均一に分散されていないことが原因であると考えられる.

近紫外光によって Eu (HFA) $_3$ (TPPO) $_2$ 励起を行う場合にはサンプル $_2$ の方が好ましく,図 $_3$ に示した結果よりアルコキシシランとして PTMS と DEDMS の混合溶液を用いることで良好な特性を実現できることが分かった.ここで, $_2$ 50 nm 以下の PL 励起スペクトルの低下はゾルーゲルシリカ自体の吸収によるものである.

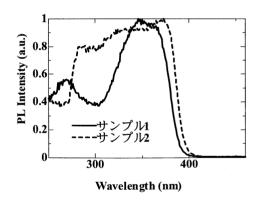
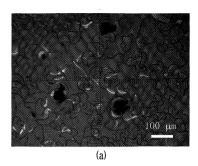


図3 ゾルーゲルシリカで封止した Eu (HFA) ₃ (TPP0) ₂の PL 励起スペクトル

Fig. 3 PL excitation spectra of Eu(HFA)₃(TPPO)₂ encapsulated by sol-gel glass.

3.2 表面の顕微鏡観察

図4 にサンプル 1 と 2 の光学顕微鏡写真を示す. サンプル 1 では数 100 μ m 程度のクラックが多数発生しており、Eu (IIFA) $_3$ (TPP0) $_2$ がゾルーゲルシリカ封止膜内で凝集している形状が観測された. 黒い部分は紫外線照射時に他の部分よりも明るく光るために、Eu (IIFA) $_3$ (TPP0) $_2$ がアルコキシシランである TMOS に溶解するのではなく、エタノールに溶解または分散していたため、最後の熱処理の段階でエタノールが蒸発する際に錯体同士が凝集したものだと考えられる. しかし、アルコキシシランに PTMS と DEDMS を用いたサンプル 2 では Eu (IIFA) $_3$ (TPP0) $_2$ が溶解(均一分散) した状態を保っていたものと推測される. その結果、透明な蛍光薄膜が実現した.



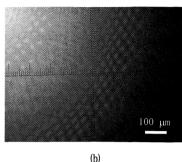


図4 (a) TMOS 及び(b) PTMS/DEDMS を用いた蛍光薄膜の顕微鏡写真 Fig. 4 Optical microscope images of light-emissive films using (a) TMOS and (b) PTMS/DEDMS used as a starting solution of sol-gel process.

3.3 紫外光照射時の PL 強度の経時変化

図 5 に 120 度で熱処理を行ったサンプル 1 と 2 に対する紫外光の連続照射時における PL 強度の経時変化の測定結果を示す. TMOS を用いて封止したサンプル 1 では Eu (FHA) $_3$ (TPPO) $_2$ よりも若干の光劣化を抑制する効果が見られたが,紫外光照射によって PL 強度が急速に減少した.一方, PTMS と DEDMS を用いたサンプル 2 では 90 分の紫外光照射後でも初期強度の 90%程度の PL 強度を有しており,Eu (FHA) $_3$ (TPPO) $_2$ 単体よりも光劣化を抑えることに成功した.

劣化の機構は一般に、放熱・放射の物理的失活過程、エネルギー移動過程、化学反応過程である。今回の劣化要因としてこれらの中でも化学反応過程、いわゆる光酸化が主な原因であると考えている。図5の結果より、ゾルーゲルガラスでEu (FHA)₃(TPPO)₂を均一分散した状態で封止することで、光酸化を効果的に抑制し、また低振動状態にEu 錯体を置くことで振動励起失活過程、エネルギー移動失活過程も抑えていることが考えられる。

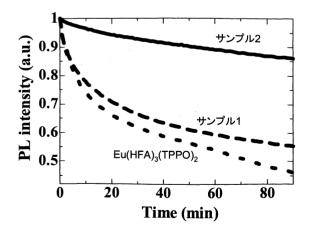


図5 紫外光照射時における PL 強度の経時変化 Fig. 5 Aging characteristics of PL intensity under irradiation with 350 nm.

3. 4 PL 量子効率の熱処理温度依存性

図 6 にサンプル 1 及び 2 の PL 量子効率の熱処理温度依存性を示す。ここで、熱処理温度は 120 から 220 度の範囲で変化させた。ここで比較のために Eu (HFA) $_3$ (TPPO) $_2$ をテトラヒドロフランで希釈した溶液をスピンコート法で薄膜化したサンプルの結果も併せて示す。サンプル 1 では 120 度の熱処理条件でもスピンコートしたサンプルより低い量子効率になった。この結果は、ゾルーゲルプロセスに用いた TMOS が Eu (HFA) $_3$ (TPPO) $_2$ の発光特性を低下させたことを示している。 TMOS は Eu (HFA) $_3$ (TPPO) $_2$ を完全に溶かさないが、 TMOS と有機錯体が化学反応を起こすことで PL 量子効率が劣化する。そのため、図 6 で示したようにシランアルコキシドとして TMOS を用いた場合に PL 量子効率が低くなったと考えられる。また、160 度以上の熱処理時でも若干の熱劣化を抑えることに成功した。

PTMS と DEDMS を用いたサンプル 2 では 120 度の熱処理を行った場合にはスピンコートしたサンプルと同程度であり、PTMS やDEDMS が Eu (HFA) $_3$ (TPPO) $_2$ の発光特性に影響を与えないことが分かる。また、160 度の熱処理においても PL 量子効率の劣化を抑えることが出来、熱劣化に対する耐久性が向上した。これは、ゾルーゲル反応により解離するアルコキシドイオンが Eu 錯体に影響を与え、PTMS/DEDMS に官能基として導入してあるフェニル基やメチル基により Eu 錯体が保護されたと考えられる。

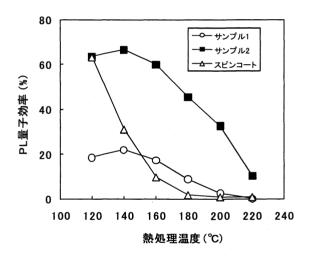


図 6 PL 量子効率の熱処理温度依存性

Fig. 6 PL quantum yield as a function of annealing temperature.

4 結論

PTMS と DEDMS をアルコキシシランとして用いることで、Eu 錯体をゾルーゲルプロセスで形成したガラス中に均一に溶解(分散)した状態で封止することに成功した。この結果によって、透明なEu 錯体添加ガラス薄膜を作製することが可能となった。また、Eu 錯体の分子構造を考慮したゾルーゲル出発溶液の組成を用いる事で発光特性を損なわない条件での封止効果の付与を実現し、ゾルーゲルガラスで封止したEu 錯体の熱や湿度、光による耐久性の向上に成功した。

参考文献

(1) 清水恵一:白色 LED はどの方式を選ぶべきか, 照学誌, 89-8B, pp. 508-510 (2005).

- (2) R. -J. Xie, M. Mitomo, K. Uheda, F. F. Xu and Y. Akimune: Preparation and Luminscence Spectra of Calcium— and Rare-Earth (R=Eu, Tb, and Pr)-Codoped α-SiAlON Ceramics, J Am Ceram Soc, 85, pp. 1229-1234 (2002).
- (3) N. Kimura, K. Sakuma, S. Hirafune, K. Asano, N. Hirosaki and R.-J. Xie: Extrahigh color rendering white light-emitting diode lamps using oxynitride and nitride phosphors excited by blue light-emitting diode, Appl Phys Lett, 90, 051109 (2007).
- (4) W. B. Im, H. S. Yoo, S. Vaidyanathan, K. H. Kwon, H. J. Park, Y. I. Kim and D. Y. Jeon: A novel blue emitting silica0coated KBaPO₄: Eu²⁺ phosphor under vacuum ultraviolet and ultraviolet excitation, Mater Chem Phys, 115. pp161-164 (2009).
- (5) G. Gundiah, Y. Shimomura, N. Kijima and A. K. Cheetham: Novel red phosphors based on vanadate garnets for solid state lighting applications, Chem Phys Lett, 455, pp. 279-283 (2008).
- (6) X. Yang, B. P. Hahn, R. A. Jones, W. -K. Wong and K. J. Stevenson: Synthesis of octanuclear Eu(III) cage from Eu₄²⁺:cl\u00e4hloride anion encapsulation, luminescence, and reversible MeOH adsorption via a porous supramolecular architecture, Inorg Chem, 46, pp. 7050-7054 (2007)
- (7) L. C. Cides da Silva, T. S. Martins, M. S. Filho, E. E. S Teotonio, P. C. Isolani, H. F. Brito, M. H. Tabacniks, M. C. A. Fantini and J. R. Matos: Luminescent europium complex encapsulated in cage-like cubic ordered mesoporous silica, Micro Meso Mater, 92, pp. 94-100 (2006).
- (8) K. Nakamura, Y. Hasegawa, H. Kawai, N. Yasuda, Y. Wada and S. Yanagida: High lasing oscillation efficiency of Eu(III) complexes having remarkably sharp emission band, J Alloy Compound, 408-412, pp. 771-775 (2006).
- (9) H. Li, S. Inoue, K. Machida and G. Adachi:Preparation and luminescence properties of organically modified silicate composite phosphors doped with an Europium(III) β-diketonate complex, Chem Mater, 11, pp. 3171-3176 (1999).
- (10) 金 永模, 福田 武司, 鎌田 憲彦, 小原 秀彦, 横尾 敏明, 木島 直人: ゾルーゲルガラスで封止した白色 LED 用赤色蛍光体の信頼性向上, 照学誌, 92-8A, pp. 472-477 (2008).
- (11) K. Binnemans, P. Lenaerts, K. Driesen and C. G. Walrand: A luminescent tris (2-theoyltrifluoroacetonato) europium (III) complex covalently linked to a 1, 10-phenanthroline-functionalised sol-gel glass, J Mater Chem. 14. pp. 191-195 (2004).

(受付日 2009 年 3 月 31 日/採録日 2009 年 7 月 3 日)



山内 修平 (非会員) 埼玉大学理工学研究科 〒338-8570 さいたま市桜区下大久保 255 1984 年 6 月 11 日生まれ.2007 年 3 月埼玉大学大学院 理工学研究科機能材料専攻博士前期課程進学. 応用 理学会,日本ゾル・ゲル学会会員.



福田 武司 (非会員) 埼玉大学理工学研究科 〒338-8570 さいたま市桜区下大久保 255 1976年7月19日生まれ. 2001年早稲田大学大学院理 工学研究科物理学及応用物理学専攻博士前期課程修 了. 同年,株式会社フジクラへ入社. 2008年博士(エ

学). 2008年~埼玉大学工学部機能材料工学科助教. 応用物理学会, 電子情報通信学会, 蛍光体同学会, 希土類討論会各会員.



本多 善太郎 (非会員)

埼玉大学理工学研究科

〒338-8570 さいたま市桜区下大久保 255 1972 年生まれ. 2000 年, 埼玉大学大学院理工学研 究科博士後期課程修了(博士(理学)). 同年より埼

玉大学工学部にて有機無機複合材料の磁気,光物性の研究を行っている。現在、埼玉大学大学院理工学研究科准教授.



木島 直人(非会員)

(株)三菱化学科学技術研究センター 〒227-8502 横浜市青葉区鴨志田町 1000 番地 昭和 32 年 1 月 23 日生まれ. 昭和 56 年 3 月東京工 業大学大学院総合理工学研究科材料科学専攻修了. 同年 4 月三菱化成工業株式会社入社. 平成元年~3 年 Lawrence Berkeley National Laboratory 研究

員. 平成 4 年理学博士. 平成 13 年~東京農工大学客員教授. 平成 16 年~大阪大学客員教授. 電気化学会蛍光体同学会会員.



鎌田 憲彦(専門会員) 埼玉大学理工学研究科

〒338-8570 埼玉県さいたま市桜区下大久保 255 1955 年 5 月 25 日生まれ、1983 年 3 月東京大学大学 院工学系研究科電子工学専攻修了(工学博士). 同年 4 月 NHK 放送科学基礎研究所入所、1988 年埼玉大学

工学部電子工学科, 1990 年フィンランド国立半導体研究所招聘研究 員. 1992 年より機能材料工学科担当. 専門は光物性、光素子工学. 照 明学会, 応用物理学会, 日本物理学会, 電子情報通信学会, 蛍光体同 学会会員.