希土類含有カルシウムーランタンーボレートガラスの蛍光

中山 享* 藤本 綾* 西岡 沙也花* 辻 久巳** 塩見 正樹** 朝日 太郎***

Fluorescence of rare earth-containing calcium-lanthanum-borate glasses

Susumu NAKAYAMA* Aya FUJIMOTO* Sayaka NISHIOKA*

Hisami TSUJI** Masaki SHIOMI** Taro ASAHI***

Using CaLaB₇O₁₃ base composition glass obtained by melting a mixture of CaCO₃, La(OH)₃ and H₃BO₃ at 1100°C, Ca(La_{0.9}RE_{0.1})B₇O₁₃ glasses in which a part of La is substituted with another rare earth element RE were prepared. Under 365 nm UV lamp irradiation, the orange, red, green, white, blue, yellow, and violet luminescence were observed in the glasses doped of Sm³⁺, Eu³⁺, Tb³⁺, Dy³⁺, Tm³⁺, and Yb³⁺, and Ce⁴⁺ respectively. Especially, the very strong luminescence was found in the glasses doped of Eu³⁺, Tb³⁺, and Dy³⁺.

1. 緒 言

これまでに多くの蛍光体の報告がされており、分裂した4f 軌道間の電子遷移によって起こる希土類イオンの発光を用い たものがよく知られている^[1,2]。著者らは、これまでにアパタ イト構造を有するランタンシリケートおよびガドリニウムシ リケートのセラミックスを母材にしたユウロピウムイオン (Eu³⁺)、テルビウムイオン(Tb³⁺)、ジスプロシウムイオン (Dy³⁺)の発光について報告してきた^[3-5]。例えば、 Sr₃(Lac₂Eu_{0.8})Si₆O_{2.5}組成で内部量子収率 0.80の赤色発光が、そ して Sr₃(Lac₂Dy_{0.2})Si₆O_{2.5}組成で内部量子収率 0.194の自色発 光が観察された。しかしながら、強い発光を得るためには、 リチウムなどのアルカリ金属元素を含まない場合は 1500°C 以上の熱処理温度が必要である。高い熱処理温度はコスト高 になるため、低い熱処理温度で作製が可能なガラスが蛍光体 の母材候補になる。その中で、耐久性に優れたアルカリ金属 元素を含まないガラスで、溶融温度もガラスの中では 1000℃ 付近と低いカルシウムランタンボレート CaLaB7O13 組成に注 目した^[6]。本報告では、母材の CaLaB7O13 組成中の La を同じ 3 価で発光元素になり得る希土類元素(RE)であるプラセオ ジム(Pr)、ネオジム(Nd)、サマリウム(Sm)、ユウロピ ウム(Eu)、テルビウム(Tb)、ジスプロシウム(Dy)、ホ ルミウム(Ho)、エルビウム(Er)、ツリウム(Tm)、イッ テルビウム(Yb)、加えて 4 価で発光元素になり得る希土類 元素であるセリウム(Ce)で一部置換した Ca(La0.9RE0.1)B7O13 ガラスの蛍光について調べた。

2. 実験

2-1 試料作製

母材の出発原料には、炭酸カルシウム(CaCO3、99.9%品、 高純度化学)、水酸化ランタン(La(OH)3、99.9%品、信越化 学)、ホウ酸(H3BO3、特級試薬、富士フィルム和光純薬化学)

令和4年9月14日受付 (Received Sep. 14, 2022)

*新居浜工業高等専門学校生物応用化学科(Department of Applied Chemistry and Biotechnology, National Institute of Technology (KOSEN), Niihama College, Niihama, 792-8580, Japan)

**新居浜工業高等専門学校エンジニアリングデザイン教育センター (Engineering design education center, National Institute of Technology (KOSEN), Niihama College, Niihama, 792-8580, Japan

***新居浜工業高等専門学校数理科(Faculty of Fundamental Science, National Institute of Technology (KOSEN), Niihama College, Niihama, 792-8580, Japan)

を用い、発光元素には信越化学の酸化プラセオジム(Pr₆O₁₁、 99.9%品)、酸化ネオジム(Nd₂O₃、99.9%品)、酸化サマリウ ム(Sm₂O₃、99.9%品)、酸化ユウロビウム(Eu₂O₃、99.9%品)、 酸化テルビウム(Tb₄O₇、99.9%品)、酸化ジスプロシウム (Dy₂O₃、99.9%品)、酸化ホルミウム(Ho₂O₃、99.9%品)、 酸化エルビウム(Er₂O₃、99.9%品)、酸化ツリウム(Tm₂O₃、 99.9%品)、酸化イッテルビウム(Yb₂O₃、99.9%品)および 酸化セリウム(CeO₂、99.9%品)を用いた。出発原料を所定 組成で20g配合し、乳鉢中にて30分間混合した。混合物を アルミナ坩堝(ニッカー、SSA-H)に詰め、大気雰囲気下 1100℃にて5時間溶融した後、電気炉内にて放冷した。

2-2 特性評価

作製したガラスは、イットリア部分安定化ジルコニア乳鉢 を用いて微粉砕し、蛍光体粉末を得た。その蛍光体粉末を、 X線回折装置(XRD、株式会社リガク MiniFlex II)により CuKα1線を用い20=10°~70°の範囲で測定した。また、蛍 光スペクトルと励起スペクトルは、分光蛍光光度計(日本分 光株式会社 FP-6500)を用いて測定した。ガラスの研磨面 をエネルギー分散型検出器(EDS、日本電子株式会社 JED-2300)を装備した走査型電子顕微鏡(SEM、日本電子株式会 社 JSM-6510LA)により観察・分析した。

3. 結果及び考察

3-1 CaLaB₇0₁₃組成物のガラス化

CaLaB7O13 組成粉末を金型成型後に大気雰囲気下 900 ℃に て2時間焼成して得た焼結体は、Fig.1 に示すように XRD ピ ークが観測されることから多結晶体(セラミックス)である ことがわかる。一方、1000 ℃まで焼成温度を上げると焼結体



Fig.1 CaLaB7O13 組成物の XRD パターン.

は溶融した。しかしながら、白色で不透明であった。そこで、 CaLaB7O13 組成粉末をアルミナ坩堝に詰め、大気雰囲気下 1100 ℃にて 5 時間溶融したところ、透明なガラスが得られ た。その XRD パターンには Fig.1 に示すように回折ピークが 観測されずハローのみであることから非結晶(ガラス)化し たことがわかる。

3-2 $Ca(La_{0.9}RE^{II}_{0.1})B_7O_{13}$ (RE^{II}: Pr、Nd、Sm、Eu、Tb、Dy、Ho、Er、Tm、Yb) ガラスおよび Ca(La_{0.9}Ce^{IV}_{0.1})B_7O_{13}

 $Ca(La_{0.9}RE^{III}_{0.1})B_7O_{13}$ (RE^{III}: Pr、Nd、Sm、Eu、Tb、Dy、Ho、 Er、Tm、Yb) 組成粉末および $Ca(La_{0.9}Ce^{IV}_{0.1})B_7O_{13}$ 組成粉末 をアルミナ坩堝に詰め、大気雰囲気下 1100 °Cにて 5 時間溶 融したところ、すべて透明であり、それらの XRD パターン には回折ピークが観測されずハローのみであることから非 結晶 (ガラス) になっていることがわかった。作製したガラ スは、それぞれの 3 価の希土類イオン (RE^{III}) および 4 価の Ce^{IV} イオンに起因する着色が Fig.2、3 に示すように観察され た。また、作製したガラスで 365 nm の UV ランプ照射下で 蛍光が目視にて観察されたのは、Fig.4 に示すように Sm³⁺ガ ラスの橙色、Eu³⁺ガラスの赤色、Tb³⁺ガラスの緑色、Dy³⁺ガラ スの白色、Tm³⁺ガラスの青色、Yb³⁺ガラスの黄色および Ce⁴⁺ ガラスの紫色、であった。特に、Eu³⁺ガラスの赤色、Tb³⁺ガラ スの緑色および Dy³⁺ガラスの白色は非常に強い蛍光であっ た。



Fig.2 Ca(La_{0.9}RE^{III}_{0.1})B₇O₁₃ (RE^{III}: Pr、Nd、Sm、Eu、Tb、Dy) ガラスの着色状態.



Fig.3 Ca(La_{0.9}RE^{III}_{0.1})B₇O₁₃ (RE^{III}: Ho、Er、Tm、Yb) ガラス および Ca(La_{0.9}Ce^{IV}_{0.1})B₇O₁₃ ガラスの着色状態.



Fig.4 365 nm の UV ランプ照射下での Ca(La_{0.9}RE_{0.1})B₇O₁₃ (RE: Ce⁴⁺、Sm³⁺、Eu³⁺、Tb³⁺、Tm³⁺、Yb³⁺) ガラスの蛍光.

3-3 蛍光特性

365 nm の UV ランプ照射下で強い蛍光が観察された Ca(La_{0.9}Eu_{0.1})B₇O₁₃、Ca(La_{0.9}Tb_{0.1})B₇O₁₃、Ca(La_{0.9}Dy_{0.1})B₇O₁₃ガ ラスの蛍光スペクトルおよび励起スペクトルを、それぞれ Fig.5、6、7 に示す。Ca(La_{0.9}Eu_{0.1})B₇O₁₃ ガラスでは、395 nm 励 起で観測される 589 nm の蛍光ピークは ⁵D₀→⁷F₁ 遷移に、 613nm の蛍光ピークは ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ 遷移によるものである^[3]。 Ca(La0.9Tb0.1)B7O13 ガラスでは、379 nm 励起で観測される 489 nmの蛍光ピークは ⁵D₄→⁷F₆ 遷移に、544nmの蛍光ピークは ⁵D₄→⁷F₅遷移によるものである^[4]。Ca(La_{0.9}Dy_{0.1})B₇O₁₃ガラス では、351 nm 励起で観測される 482 nm の蛍光ピークは ${}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{6}H_{15/2}$ 遷移に、575 nmの蛍光ピークは ${}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{6}H_{13/2}$ 遷移 によるものである^[5]。482 nm の蛍光が青色域、575 nm の蛍光 が黄緑色域に位置し、その青色蛍光と黄緑色蛍光が混ざり白 色に近い蛍光になって観察されていると考えられる。482 nm および 575 nm の蛍光波長での励起スペクトルは共に 325、 350、363、387 および 426 nm にピークが観測される。325、 350、363、387 および 426 nm に観測されるピークは、それぞ $n^{6}H_{15/2} \rightarrow 6P_{3/2}$, $6H_{15/2} \rightarrow 6P_{7/2}$, $6H_{15/2} \rightarrow 6P_{5/2}$, $6H_{15/2} \rightarrow 4I_{13/2}$ \$\$\$ ↓ U ⁶H_{15/2}→⁴G_{11/2}遷移に由来する^[5]。



Fig.5 Ca(La_{0.9}Eu_{0.1})B₇O₁₃ガラスの励起スペクトル(左)お よび蛍光スペクトル(右).



Fig.6 Ca(La_{0.9}Tb_{0.1})B₇O₁₃ガラスの励起スペクトル(左)お よび蛍光スペクトル(右).



Fig.7 Ca(La_{0.9}Dy_{0.1})B₇O₁₃ガラスの励起スペクトル(左)お よび蛍光スペクトル(右).

3-4 分析電子顕微鏡観察

Ca(La0.9Dy0.1)B7O13 ガラスを#200 ダイヤモンド砥石のラッ プ盤を用いて研削加工した後、その研削面を SEM 観察した 反射電子像および EDS 分析したガラス構成元素 B、Ca、La、 Dy のマッピング像を Fig.8 に示す。各ガラス構成元素は、偏 在することなく、ガラス中で均一に存在していた。



Fig.8 Ca(La_{0.9}Dy_{0.1})B₇O₁₃ ガラス研削面の反射電子像および 各構成元素マッピング像.

4. 結 言

 $Ca(La_{0.9}RE_{0.1}))B_7O_{13}$ ガラスを母材として、希土類元素の蛍 光特性を調べた。1100 °Cに溶融した $Ca(La_{0.9}RE_{0.1}))B_7O_{13}$ 組成 物は透明で、X 線回折パターンには回折ピークが観測されず ハローのみであることから非結晶(ガラス)になっているこ とがわかった。365 nm の UV ランプ照射下で Sm^{3+} ガラスで は橙色、 Eu^{3+} ガラスでは赤色、 Tb^{3+} ガラスでは緑色、 Dy^{3+} ガラ スでは白色、 Tm^{3+} ガラスでは青色、 Yb^{3+} ガラスでは黄色およ び Ce^{4+} ガラスでは紫色の蛍光が観察され、特に Eu^{3+} ガラスの 赤色、 Tb^{3+} ガラスの緑色、 Dy^{3+} ガラスの白色の蛍光は、非常 に強いことがわかった。

参考文献

[1] 安江任, "カルシウム塩を母材結晶とする無機蛍光体の固体化学", *色材*, 74, 232-246 (2001).

[2] 戸田健司,"白色 LED 用蛍光体", 光学, 38, 132-137 (2007).

[3] S. Nakayama, "Red-light emission characteristics of $Sr_x(La_{9.2-x}Eu_{0.8})(SiO_4)_6O_{3-x/2}$ (x = 2-6) oxy-apatite phosphors", *Optik*, **182**, 944-948 (2019).

[4] S. Nakayama, "Fluorescence properties of $Sr_x(La_{9.2-x}Tb_{0.8})(SiO_4)_6O_{\alpha}$ (*x*=2-6) prepared by heat-treating mixtures of SrCO₃, La₂O₃, SiO₂, and Tb₄O₇", *Journal of the Ceramic Society of Japan*, **129**, 223-225 (2021).

[5] 中山享, 坂本みゆ, 渡部杏菜, 藤本綾, 石川千尋, 辻久巳, 塩見正樹, "高輝度白色発光 Dy³⁺添加ストロンチウム置換ラ ンタンーケイ酸セラミックスの作製", *科学・技術研究、*9、 133-136 (2020).

[6] W. Zhang, Z. Chen, F. Wang, X. Chen, H. Mao, "Comprehensive effects of La/B ratio and CaO additive on the efficiency of lanthanum borate glass–ceramics as sintering aids for LTCC application" *Journal of Materials Science: Materials in Electronics*, 32, 24369–24380 (2021).