X線照射後のEuおよびSm添加Ca2B2O5焼結体の熱蛍光特性

小宮基^A,川本弘樹^A,藤本裕^A,越水正典^A,浅井圭介^A 東北大学大学院工学研究科応用化学専攻^A

Thermoluminescence properties of Eu-doped and Sm-doped Ca₂B₂O₅ ceramics

H. Komiya^A, H. Kawamoto^A, Y. Fujimoto^A, M. Koshimizu^A, and K. Asai^A

Department of Applied Chemistry, Tohoku University^A

The thermoluminescence (TL) mechanisms of rare-earth-doped $Ca_2B_2O_5$ ceramics, which are applicable for neutron measurements, were analyzed. In this study, we focused on Eu and Sm, which can exist as divalent and trivalent ions and function as luminescence and capture centers. $Ca_2B_2O_5$ ceramics doped with these ions were prepared, and their TL spectra, TL glow curves, and ESR spectra after X-ray irradiation were obtained. The emission bands of Eu^{3+} and Sm^{3+} were observed in the TL spectra. The results indicate that the luminescence centers in these materials are derived from these trivalent rare earth ions. In the TL glow curves, glow peaks were observed at similar temperatures regardless of the concentration and type of rare earth ion dopants. In the ESR spectra, the number of hyperfine splittings and the g-values of each splitting were consistent, regardless of the type and concentration of rare earth ions. ESR spectra were also recorded for ¹⁰B- and ¹¹B-enriched samples doped with Eu or Sm, which showed seven and four hyperfine splittings, respectively, and the corresponding nuclear spins were 3 and 3/2, respectively. These results indicate that the capture centers were derived from sites around boron in the host material.

1. はじめに

近年,ホウ素中性子捕捉療法 (BNCT) や中性子イメージングなど、中性子の利 用技術の発展が顕著である. 斯様な状況 を踏まえ、我々は、中性子線量計測に応 用可能な熱蛍光線量計(TLD)素子の開 発を目指し,¹⁰B および¹¹B 濃縮原料を用 いた希土類添加 Ca2B2O5 焼結体の熱蛍光 (TL) 特性を探究してきた[1,2]. TL とは, 放射線照射後の蛍光体を加熱することに より発光を生じる現象のことである.本 材料系は, BNCT で使用される中性子フ ルエンス (≧10¹² neutrons/cm² [3]) に対 して十分な感度を有しており、中性子線 量測定への高い応用可能性を有している ことが分かった.今回我々は、本材料系 における TL の機構を解明すべく,希土 類として新たに Sm および Eu に着目し

た. 両種のイオンには,2 価および3 価の状態が存在する. 故に,母材中に添加 された両化学種は,発光中心としてだけ でなく,電子・正孔の捕獲中心として機 能する可能性を持つ.本研究では, Ca2B2O5 焼結体に希土類として Sm およ び Eu を添加した試料を製出した. これ らについて,X線照射後の TL グローカ ーブ,TL スペクトル,および電子スピン 共鳴(ESR)スペクトルを測定し,発光中 心および捕獲中心の同定を行った.

2. 実験方法

試料は、固相合成法により作製した. H₃BO₃, CaCO₃, および希土類酸化物 (Eu₂O₃ または Sm₂O₃)の 粉末を出発原 料として用いた.これらを化学量論比で 混合し,850℃で8時間煆焼した.その後,



図 1 (a) 非濃縮 Ca₂B₂O₅:Eu および (b) 非濃縮 Ca₂B₂O₅:Sm における,X線 (1 kGy) 照射後の TL スペクトル.

粉砕して均質化し,直径 13 mm のタブレ ット型に成型した. これを 850℃で 6 時 間 焼 成 し て , Ca₂B₂O₅:Eu お よ び Ca₂B₂O₅:Sm (各 0.1, 0.5, 1.0, および 2.0 mol%)を得た (以後,非濃縮試料とする). これらについて, X 線照射後の TL グロ ーカーブ, TL スペクトル,および ESR ス ペクトル測定を行った. その後,¹⁰B 濃縮 H₃BO₃ または¹¹B 濃縮 H₃BO₃ を用いて, 同 様 の 手 順 で Ca₂B₂O₅:Eu お よ び Ca₂B₂O₅:Sm (各 1 mol%) の ¹⁰B 濃縮試料 および ¹¹B 濃縮試料を作製した. これら について, ESR スペクトル測定を行った.

X 線照射には、Cu-Kα 線を線源とする X 線発生装置 (Rigaku, RINT 2200)を用 いた.TL グローカーブ測定では、0.5 ℃/s の昇温速度で 30℃から 400℃まで加熱し た.温度制御にはプログラムヒーター (SCR-SHQA, Sakaguchi)を用いた.TL 強 度測定にはフォトンカウンティングヘッ



図 2 (a) 非濃縮 Ca₂B₂O₅:Eu および (b) 非濃縮 Ca₂B₂O₅:Sm における,X線 (1 Gy) 照射後の TL グローカーブ.

ド (H11890, Hamamatsu) を用いた. また, 試料や設置用の加熱プレートからの熱輻 射を遮蔽するため、長波長カットフィル ターを用いた. TL スペクトル測定では, TL グローカーブ測定と同様の昇温速度, 温度範囲で試料を加熱し、分光器 (QE pro, Ocean Optics) を用いて TL 強度を得 た. ESR スペクトル (25°C) の測定には, JES-X330 (JEOL) を用いた. なお、全測 定を,X線照射直後に行った.

3. 実験結果と考察

図 1 に,非濃縮試料における X 線 (1 kGy) 照射後の TL スペクトルを示す. Ca₂B₂O₅:Eu では,いずれの濃度において も 590, 615, 650,および 700 nm 付近に



図 3 (a) 非濃縮 Ca₂B₂O₅:Eu および (b) 非濃縮 Ca₂B₂O₅:Sm における,X線 (1 kGy) 照射後の ESR スペクトル.

ピークが見られた. これらの発光は, そ れぞれ Eu³⁺の ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}, {}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}, {}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1},$ および ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ 遷移に帰属される[4]. Ca₂B₂O₅:Sm では, いずれの濃度において も 570, 605, 650, および 710 nm 付近に ピークが見られた. これらの発光は, そ れぞれ Sm³⁺の ${}^{4}G_{5/2} \rightarrow {}^{6}H_{5/2}, {}^{4}G_{5/2} \rightarrow {}^{6}H_{7/2},$ ${}^{4}G_{5/2} \rightarrow {}^{6}H_{9/2}, および {}^{4}G_{5/2} \rightarrow {}^{6}H_{1/2},$ 層高される[5]. これらの結果から, Eu また は Sm 添加 Ca₂B₂O₅の発光中心は 3 価の 希土類イオンに由来することが示される.

図 2 に, 非濃縮試料における X 線 (1 Gy) 照射後の TL グローカーブを示す. Ca₂B₂O₅:Eu では, 70, 90, 140, 270, お よび 370°C付近にピークが, Ca₂B₂O₅:Sm では, 70, 90, 140, 270, および 310°C付 近にピークが, それぞれ見られた. 70, 90, 140, および 270°Cのピーク温度につ いては, 希土類の濃度や種類によらず一 致していた. TL において, 捕獲電子の再

表 1 ESR スペクトル (図 3) における 超微細分裂とそのg値.

分裂	g 值	
	Ca ₂ B ₂ O ₅ :Eu	Ca ₂ B ₂ O ₅ :Sm
\bigcirc	2.0179	2.0179
2	2.0120	2.0120
3	2.0059	2.0059
4	2.0008	2.0009

励起に必要な活性化エネルギーは, 蛍光 体加熱時の熱エネルギーにより与えられ る. そのため, TL グローカーブにおける ピーク温度は, 電子が捕獲されていた捕 獲準位の深さに対応する. したがって, 図1の結果より, 希土類の種類や濃度に よらず同程度の深さを持った捕獲準位が 存在すると考えられ, それらの捕獲準位 は母材に由来することが示唆される.

図 3 に, 非濃縮試料における X 線 (1 kGy) 照射後の ESR スペクトルを示す. いずれのスペクトルにおいても、①から ④の4本の超微細分裂が見られた.これ らの各分裂におけるg値を表1に示す. いずれの分裂の g 値も,希土類の種類に よらず一致していた.したがって、これ らの超微細分裂は、母材の構成元素に由 来するものと考えられる.超微細構造は 不対電子のスピンと核スピンとの相互作 用により生じており、その本数は、原子 核の核スピン1に対して21+1本となる. したがって、4本の超微細分裂の本数に 対応する核スピンは1=3/2であり、本 材料の構成元素でこれに該当する原子核 は¹¹B である。以上より、非濃縮試料に おける捕獲中心は、¹¹B 周辺のサイトに 由来するものと推察される.

ホウ素同位体による ESR スペクトル の違いを調べるため、¹⁰B 濃縮試料およ び¹¹B 濃縮試料を作製し、その ESR スペ クトルを測定した. 図4に、非濃縮、¹⁰B 濃縮試料、および¹¹B 濃縮試料における X線 (1 kGy) 照射後の ESR スペクトル を示す.¹¹B 濃縮試料においては、非濃縮 試料と同様の4本の超微細構造が見られ



図 4 (a)非濃縮, ¹⁰B 濃縮および¹¹B 濃 縮 Ca₂B₂O₅:Eu および (b) 非濃縮, ¹⁰B 濃縮および¹¹B 濃縮 Ca₂B₂O₅:Sm にお ける, X 線 (1 kGy) 照射後の ESR ス ペクトル.

た. 一方,¹⁰B 濃縮試料においては,7本 の超微細分裂が見られた.7本の超微細 分裂に対応する核スピンは1=3であり、 本材料の構成元素でこれに該当する原子 核は¹⁰B である. また,¹⁰B 濃縮試料にお ける ESR スペクトルと、非濃縮試料また は¹¹B 濃縮試料における ESR スペクトル には、相互にピーク磁場が一致する部分 が見られる.よって、これらの試料にお ける ESR スペクトルは、¹⁰B の超微細分 裂と¹¹Bの超微細分裂の重ね合わせであ ることが示唆される.非濃縮試料におい て¹¹Bの超微細分裂がより顕著に見られ たのは、ホウ素の天然存在比 (¹⁰B が約 20%, ¹¹B が約 80%) に起因するものと考 えられる.以上の結果より、本材料の捕

獲中心は,母材のホウ素周辺のサイトに 由来することが示される.

4. まとめ

Eu または Sm 添加 Ca₂B₂O₅ において, 発光中心はEu³⁺およびSm³⁺といった3価 の希土類イオンに,捕獲中心は母材のホ ウ素周辺のサイトに,それぞれ由来する ことが示された.

参考文献

- H. Komiya, I. Kawamura, H. Kawamoto, Y. Fujimoto, M. Koshimizu, H. Kimura, G. Okada, Y. Koba, T. Yanagida, G. Wakabayashi, K. Asai, *Jpn. J. Appl. Phys.*, **60** 092008 (2021).
- [2] H. Komiya, I. Kawamura, H. Kawamoto, Y. Fujimoto, M. Koshimizu, H. Kimura, G. Okada, Y. Koba, T. Yanagida, G. Wakabayashi, K. Asai, *Jpn. J. Appl. Phys.*, in press (DOI: <u>https://doi.org/10.35848/1347-</u> 4065/ac305c).
- [3] H. Kumada, *RADIOISOTOPES*, **64** 37–46 (2015).
- [4] L. Yang, Y. Wan, Y. Li, Y. Pu, Y. Huang,
 C. Chen, H.J. Seo, *J. Nanopart. Res.*, 18 94–102 (2016).
- [5] I.I. Kindrat, B.V. Padlyak, R. Lisiecki, *Opt. Mater.*, **49** 241–248 (2015).