BL-27A&-27B/2019G519

XAFS 測定による模擬廃棄物ガラスの化学状態評価 Investigation of chemical state of simulated waste glasses by using XAFS measurement

永井崇之 ^{1,*}, 岡本芳浩 ², 下山巌 ³, 馬場祐治 ³, 秋山大輔 ⁴, 有馬立身 ⁵ ¹日本原子力研究開発機構・核燃料サイクル工学研究所, 〒319-1194 東海村村松 4-33 ²日本原子力研究開発機構・物質科学研究センター, 〒679-5148 佐用町光都 1-1-1 ³日本原子力研究開発機構・先端基礎研究センター, 〒319-1195 東海村白方 2-4 ⁴東北大学・多元物質科学研究所, 〒980-8577 仙台市青葉区片平 2-1-1 ⁵九州大学大学院工学研究院, 〒819-0395 福岡市西区元岡 744 Takayuki Nagai^{1,*} Yoshihiro Okamoto² Iwao Shimoyama³ Yuji BaBa³ Daisuke Akiyama⁴ and Tatsumi Arima⁵

¹Nuclear Fuel Cycle Engineering Lab., JAEA, 4-33 Muramatsu, Tokai-mura, 319-1194, Japan

²Materials Sciences Research Center, JAÉA, 1-4-1 Koto, Sayo-cho, 679-5148, Japan
³Advanced Science Research Center, JAEA, 2-4 Shirakata, Tokai-mura, 319-1195, Japan
⁴IMRAM, Tohoku University, 2-1-1 Katahira, Aoba, Sendai, 980-8577, Japan
⁵Faculty of Engineering, Kyushu University, 744 Moto-oka, Nishi, Fukuoka, 819-0395, Japan

1 はじめに

JAEAは、核燃料再処理工場で発生した高レベル 放射性廃液(HAW)のガラス固化体製造技術を確立し、 技術の高度化を目指した研究を実施している.

筆者らは、ガラス固化に係る基盤的な知見を充実させるため、HAW成分を非RIで代替した模擬HAWを用いて模擬ガラス固化体試料を作製し、含まれる元素の化学状態等をXAFS測定で評価している $^{[1]}$. また、ウラン(U)含有廃棄物のガラス固化処理を想定し、作製条件によるガラス中のU状態を評価している $^{[2]}$. さらに、組成や作製条件によるSi-O構造の変化をラマン分光測定で確認したこと $^{[3]}$ から、ガラス原料や模擬廃棄物ガラスのケイ素(Si)のK吸収端XANES測定を実施している.

今回は、前回の Na_2O や模擬HAWの添加によってSiOK吸収端スペクトルが変化した結果を踏まえ、ホウケイ酸ガラスへ添加する Na_2O 濃度やHAW成分のランタニド酸化物等の共存によるSiOK吸収端スペクトルへの影響を観察した。また、ランタニド酸化物や模擬HAWが共存した組成のU含有ガラスを作製し、共存によるU状態への影響を観察した。

2 実験

Si の K 吸収端 XANES 測定は、BL27A で全電子収量法(TEY)により実施した. 試料は、表 1 の組成を基本として Na_2O 濃度を変えたガラス原料やランタニド酸化物等を添加したガラスである. 試料の作製は、 Al_2O_3 ルツボに原料を入れて 1150 で溶融した後、黒鉛容器に移して室温まで徐冷したガラス塊か

ら 0.5mm 厚の薄板に切り出して測定面をカーボン蒸着した. 測定は,銅(Cu)基板へカーボン両面テープで貼り付けて真空チャンバ内にセットした.

表 1 Na ₂ O を除いたガラス原料組成 (mol%)					
SiO ₂	B_2O_3	Li ₂ O	CaO	ZnO	Al ₂ O ₃
63.6	16.8	8.2	44	3.0	4.0

Uの L_3 吸収端 XAFS 測定は,BL27B で透過法により実施した.試料作製は,ガラス原料と模擬 HAW 乾固物の混合粉末に重ウラン酸ナトリウム($Na_2U_2O_7$)を添加して Al_2O_3 皿にのせて図 1 の管状炉へセットし, $Ar-20\%O_2$ ガスを掃気しながら 1150°Cで 2h 加熱した.また比較試料として,別途作製した Ce ガラス等へ $Na_2U_2O_7$ を添加して同様に加熱した.測定は,U 含有ガラスを Al_2O_3 皿に固着した状態のままポリ袋に封入し,封入状態で XAFS 測定に供した.

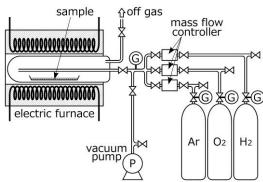


図1 U含有ガラス作製に用いた管状炉構成

3 結果および考察

ケイ酸ガラス中の Si の K 吸収端ピークは、Na₂O 濃度の増加とともに低エネルギー側へシフトする $^{[4]}$ ことから、ホウケイ酸ガラス組成も同様なピークシフトが予想され、Na₂O 濃度を変えたガラス原料の XANES 測定を実施した.その結果、図 2 に Na₂O 濃度の増加とともに 2 1847 eV 付近のピークが低エネルギー側へシフトすることを確認した.なお、 2 15wt% Na₂O のピーク高さが 2 7wt% Na₂O より低くなった要因として、Na₂O 濃度の高いガラスを 2 Al₂O₃ ルツボで溶融した場合、 2 Al₂O₃ 溶出が増える傾向にあり、ガラスの 2 Al₂O₃ 濃度の増加が Si 局所構造へ影響してピーク高さを抑制した可能性が考えられる.

一方、HAW 成分による影響の確認として、希土類酸化物や Fe_2O_3 を添加した $10wt\%Na_2O$ ガラス原料の Si の K 吸収端を XANES 測定した。その結果、図 3 に示すように添加した酸化物によるピークエネルギーの差は 0.1 eV 以下であり、希土類酸化物や Fe_2O_3 による Si 局所構造への影響は小さいと考えられる。ただし、Ce ガラスのピーク高さが他のガラスより低く、ラマン分光測定で Ce ガラスのみ Si-O 構造が異なることから Si 局所構造に Ce が影響する可能性がある。

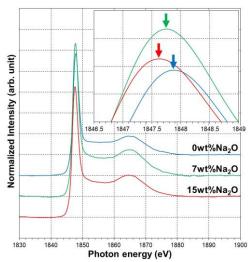


図 2 Na₂O 濃度を変えた原料ガラスの Si の K 吸収 端 XANES スペクトル

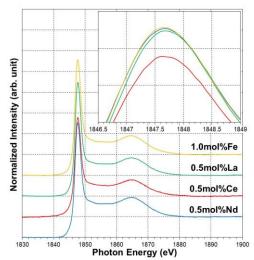


図 3 希土類酸化物等を含むガラス試料の Si の K 吸 収端 XANES スペクトル

次に、ガラス組成による U含有ガラス中の U状態への影響の確認として、Uの L_3 吸収端を XAFS 測定した.その結果、図 4 に示すようにガラスのホワイトラインは UO_3 と近似し、 $17.2\,keV$ 以降の EXAFS 振動で U含有ガラスと UO_3 に違いが見られるものの、U は概ね 6 価状態であることを確認した.また,別途測定した Ce の k_3 吸収端 XANES スペクトルで U共存によって Ce の酸化傾向が認められており、Ceを含む組成の U含有ガラスは Uの一部が 5 価状態に還元される可能性がある.

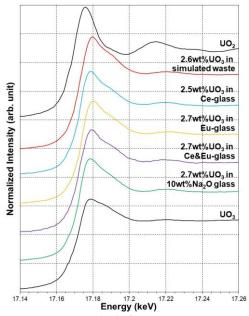


図4 UのL3吸収端の規格化 XANES スペクトル

4 <u>まとめ</u>

ガラスの Si 局所構造が、 Na_2O 濃度や Ce 共存によって影響することを確認した。また、U 含有ガラス中の U は概ね 6 価であるが、Ce が共存した場合、U と Ce が相互に影響し合う可能性がある。

謝辞

PF 実験において、宇佐美先生及び放射線管理室の 方々にご協力頂きました. ここに謝意を表します.

参考文献

- [1] 永井, 他, 第34回PFシンポジウム 046D (2017).
- [2] 永井, 他, 第36回PFシンポジウム 049D (2019).
- [3] 永井,他,原子力学会2020年春の年会 1B12 (2020).
- [4] G. S. Henderson, J. Non-Crystalline Solids, **183**, 43-50 (1995).

^{*} nagai.takayuki00@jaea.go.jp