

2012年10月15日 第六回溶融事故における核燃料関連の 課題検討ワーキンググループ

模擬デブリを用いた溶融燃料 の物性の研究

日本原子力研究開発機構 (核サ研福島特別Tm)



目 次

- 1. はじめに
- 2. B₄Cの特性と高温挙動(文献より)
- 3. ジルカロイの酸化挙動
- **4. UO2及びMOXデブリの特性**
 - 融点, 冷却時の収縮・膨張、O/Mと相状態、

熱伝導率、結晶構造と密度

- 5. まとめ
- 6. 今後の展開



 ◆事故進展挙動の評価のためのコード開発や、溶融燃料の取出・処理技術、計量管理技術の開発などを進めている。
 ◆ヨーロッパを中心として溶融燃料の熱力学データベースの開発が国際協力の下で行われている。
 ◆これらの技術開発に必要とする基礎データは、PWR燃料 組成を中心とした限られた範囲しかない。

制御棒、燃料の溶融挙動の評価及び、溶融燃料の状態図 評価、温度解析などに必要とする基礎データを取得すること を目的とする。

①制御棒の溶融・高温挙動

②ジルカロイ(被覆管、チャンネルボックス)の溶融挙動

③燃料の溶融挙動

④溶融燃料(燃料デブリ)の基礎特性

(Pu, Gd, FP, B, O/Mの影響)

(JAE . はじめに

軽水炉の炉心溶融事故;炉内雰囲気の評価



JAEA 2.B₄Cの特性と高温挙動 *B₄C*の特性

The crystal structures of boron carbide

V. Domnich et al. J. Am. Ceram. Soc. 94 (2011) 3605 • Rhombohedral lattice constants : $a = 5.19 \text{ Å}, \alpha = 66^{\circ}18^{\circ}$ • space group : $D_{3d}^{5} - R3m$ icosahedral polar sites \bullet three stoichiometric B₄C molecules within the unit cell chain sites icosahedral equatorial sites *♦ melting point : 2450 °C* [001] ♦ boiling point : 3500 °C 2600 ~2450° (18.4%) ~2450° (~16%) C + Liquid Liquid Liquid ~2350 ~2245 2200 (24.3%) ~2085° (B₄C)_{SS} ~2080° B₁₃C_{2±x} ~1980° B₁₃C₂ (B4C)85 + C Temperature (°C) Bss 1800 1850 B13C3 菱面体構造を有し、 S 1400 B51C m 2450℃まで安定 B50C2 B49C3 B₁₃C_{2±x} + C 1000 B_aC 0 12 16 20 0 4 8 12 16 20 24 28 32 36 4 8 Carbon Content (at.%) Carbon Content (at.%) (a) (b)

H. K. Clark and J. L. Hoard J. Am. Ceram. Soc. 65 (1943) 2115

[1010]



2.B₄Cの特性と高温挙動 ステンレスとの共晶



Fig. 3. B₄C/stainless steel reaction layers after 25 h at 1200°C.

- ・SUSの融点:約1500℃
- ・約1200℃において、界 面で共晶反応
- ・(Fe,Cr)ほう化物の析出







大気中におけるB₄C粉末の酸化 は、Jander's equation/ご従う

$$\left[1 - (1 - \alpha)^{1/3}\right]^2 = kt$$

同じ径を有する粒子が媒質中に存在 する。粒子表面の反応生成物厚さが 放物線則に従い成長すると仮定。





B₄Cの大気中での酸化特性は~800℃ まで測定。B2O3を生成



 $2.B_4$ Cの特性と高温挙動 B_4 Cと水分との反応

Oxidation of boron carbide at high temperatures







2. 制御棒の溶融初期過程の推定

- ① 約1200℃でSUSとB₄Cの共晶反応が起こる。
- 約1500°Cで制御棒の被覆管(SUS)が溶融。
- ③ B_4C は、水蒸気と反応 LB_2O_3 (I)を生成。
- ④ 1100°C以上で、HBO₂(g)またはH₃BO₃(g)を 生成
- ⑤ $B_4CO多くは、<math>B_2O_3$ として炉心下部に移行、またはHBO₂(g)などのガスとなって炉心内の低温部で凝固していると推定される。



3.ジルカロイの水蒸気酸化 モデル式の比較



・酸化速度のモデルは多くのデータあり。バラツキが大きく、表面状 態等により影響が受けやすいと考えられる。



3.ジルカロイの水蒸気酸化 試験





金相写真(左:1100℃×2時間、右:1400℃×1時間)



外観 1200℃×5時間

・酸化は表面から均一に酸化が進み、大きな体積膨張が起こる。



3.ジルカロイの水蒸気酸化酸化速度の評価



酸化温度と酸化終了までの時間の関係

・ジルカロイの多くは、金属で溶融したと予想される。







Fig. 3. Reaction zone growth rates for Zircaloy cladding oxidation reactions by UO₂ fuel, steam and oxygen.



Fig. 4. Formation of various reaction layers and oxygen distribution for simultaneous interactions of solid or liquid Zircaloy with UO₂ and steam.

・被覆管と燃料の界面では、ジルカロイはUO2の酸素によって酸化が進み、U(I)または(Zr,U,O)の液相が現れる。



3. ジルカロイの溶融初期過程の推定

①燃料はジルカロイのbccへの変態点付近で破損。 (約860℃)

②表面から水蒸気との反応により酸化が進行
③燃料内面では、燃料との反応により液相を形成。
④約1850℃でジルカロイ(金属)は溶融。
⑤チャンネルボックスの多くはジルカロイとして溶融と推定。被覆管は、内面では(ZrUO)(I)を形成、

外表面は酸化物を形成。(約1900℃)

⑥2500℃以上で炉心溶融



4.UO₂及びMOXデブリの特性 試料調整

試料のリスト

	Zr 含 有 率	調製後の試料
	[%]	の組成
Zry-2酸化物	100	(Zr _{0.98} M _{0.02})O ₂
UO2-Zry2	25	$(U_{0.75} Zr_{0.243} M_{0.007})O_2$
	50	(U _{0.50} Zr _{0.49} M _{0.01})O ₂
		(U _{0.50} Zr _{0.49} M _{0.01})O _{2.01}
		(U _{0.50} Zr _{0.49} M _{0.01})O _{2.04}
	75	(U _{0.25} Zr _{0.735} M _{0.015})O ₂
4%MOX	25	(U _{0.72} Pu _{0.03} Zr _{0.25})O ₂
	50	(U _{0.48} Pu _{0.02} Zr _{0.50})O ₂
	75	(U _{0.24} Pu _{0.01} Zr _{0.75})O ₂
8%MOX	25	(U _{0.69} Pu _{0.06} Zr _{0.25})O ₂
	50	(U _{0.46} Pu _{0.04} Zr _{0.50})O ₂
	75	(U _{0.23} Pu _{0.02} Zr _{0.75})O ₂

M: Zry-2中の合金元素





溶融後の模擬ウランデブリ

溶融後模擬MOXデブリ

タングステン カプセル



焼結後試料

16



UO₂デブリの融点



>O/M=2.0では、約50%のZr含有率で融点は最小値をとる。
 >約50%のZrを含む試料は、O/Mの増加で融点が上昇する傾向。
 >ウラン燃料の溶融温度は、被覆管のジルカロイが完全に酸化した場合、最も低い場合で約2500℃と予想される。



UO₂デブリの冷却時の収縮・膨張挙動



 > Zry-2の酸化物では、約 1100℃にZrO2の正方晶から 単斜晶への相変態があり、 冷却時には約6%の体積膨 張が起こる。
 > 模擬でデブリにおいても、相 変態による変化が観察され、 Zr含有率の減少により、膨張 量は少なくなる。
 > 相変態は、クラックの発生を 引き起こすと考えられる。





➤TMIデブリの分析結果、炉内は水素/水分比は0.1~10の範囲と評価された。
 この範囲で50%Zrのウランデブリは、O/M=2.00~2.02の範囲と考えられる。
 >酸化により、格子定数の異なるFCC構造の相が析出することが観察された。





>UO2に比べ1000℃以下の低温領域でも低い熱伝導率を示した。
 >Zr含有は、低温領域で熱伝導率を大きく低下させる。
 >O/Mの上昇は、熱伝導率への影響は小さい。





Pu含有率の増加に伴う融点の上昇について



・熱力学計算によるZrO,-PuO,の状態図[3]

→PuO₂の融点測定にタングステンカプセルを使用したデータを用いており、融点を低く見積 もっている。

・PuO₂の融点は2740℃であるという報告もあり、ZrO₂-PuO₂系の融点はさらに高い可能性 が考えられる。

→UO₂-ZrO₂系の融点が最も低いため, Pu含有率の増加に伴い, 融点は上昇している可能性が考えられる。

[3] NUCLEAR THERMODYNAMIC DATABASE <MOX-TDB> hal-00160137, ver.1-5 Jul 2007 [4] F.D. Bruycker et al, JNM 419 (2011) 186-193



4.UO₂及びMOXデブリの特性 溶融試料の密度の評価



Zr含有率による密度の変化

溶融状態からの冷却中に生成される相は立方晶と正方晶であった。

ただし, Pu含有率の増加に伴い, 組成の異なる組織が生成している可能性がある。





溶融燃料の特性試験 進捗状況

- UO₂の模擬デブリを調製し、Zr含有率、O/Mをパラメー タとして融点、熱伝導率、相状態などの特性を評価した。
- MOXの模擬デブリを調製し、融点、密度などの特性を評価した。
- 取得データは、SA研究、取り出し時のデブリの評価、
 キャスク保管時の温度解析などに反映する。
- 取得した基礎データは、国際会議・論文発表を通して、
 データの信頼性、妥当性を確認しつつ、拡充していく。