# 沸騰水型軽水炉過酷事故後の

# 燃料デブリ取り出しアクセス性に関する研究

(受託者)国立大学法人東京工業大学

(研究代表者)小林能直 科学技術創成研究院・先導原子力研究所

(再委託先)国立大学法人東北大学、国立研究開発法人日本原子力研究開発機構

(研究期間)平成27年度~29年度

## 1. 研究の背景とねらい

沸騰水型原子炉のシビアアクシデント(SA)時に炉心溶融が発生した場合、燃料棒集合体およ び制御棒が溶融し、炉心下部構造物のステンレス鋼を巻き込みながら、下部プレナムへとリロケ ーションし、最終的には圧力容器を破損して溶落していくことが考えられる。このような過酷事 故を起こした原子炉を廃炉するにあたっては、上記のように形成された燃料デブリを取り出す必 要があり、その燃料デブリ取り出しに向けてのアクセス性を評価する必要がある。炉心下部構造 物が完全に溶落していれば、上方からのアクセスが可能であるし、大体部が残存していれば、燃 料デブリ存在位置の側方からアプローチせざるを得なくなる。

炉心下部構造物が燃料棒あるいは制御棒溶融体によってどの程度破損したかを知るため、本課 題では、以下の3段階に分けて調査・研究を行う。まず、燃料棒と制御棒の溶落および融体形成 挙動をまず把握し、そしてこの融体による炉心下部構造物の破損、溶損挙動を調査し、さらにこ れらの結果に基づいて高度化した SA 解析コードによる炉内損傷状況予測の妥当性を確認するた め、溶融デブリ流下による指示構造物溶損の模擬実験及び溶融凝固物の解析を行う。これらより 得られる総合的知見から、過酷事故後の原子炉内の燃料デブリへのアクセス性を評価する。本報 告書では事業2年目のこれまでのそれぞれの課題に対して得られた成果を概括する。

## 2. これまでの研究成果

①メタル系およびスラグ系溶融デブリへのステンレス鋼の溶解反応速度の測定(東工大)

SUS304 ステンレス鋼および B4C の粉末を、Fe-B 系共晶組成<sup>(1)</sup>に近い B 質量濃度 5mass%の配合比で混合し内径 11mm の A1203 るつぼ中で縦型管状電気抵抗炉内で予備溶融した後、同るつぼ

直上で予熱した直径 10mm の SUS304 ステ ンレス鋼の丸棒を溶融 Fe-Cr-Ni-B-C 合 金中に浸漬し、所定の時間(7s, 1min, 6min)保持した。その後同るつぼを炉内か ら引き上げて、るつぼの外側を水冷する ことにより試料を急冷した。試料断面を 研 磨 し て 鏡 面 に 仕 上 げ た 後 、 SEM-EDS (Scanning Electron Microscope with Energy Dispersion Spectroscopy) を用いて、組織および組成を調べた。

**図1** に 6min 間浸漬した実験の固液界 面近傍の B 濃度分布を示す。本実験は B を含有した合金中へ B を含まない固相



図16min 間浸漬実験の固液界面近傍のB濃度分布

SUS304 ステンレス鋼が溶解する反応であるため、界面近傍の液相中 B 濃度は、界面に近づくに つれ低減する傾向にある。その他の保持時間に関しても同様の濃度分布が見られた。この濃度分 布に基づき、Fick の第二法則を適用した速度論的解析を行った。円筒座標系の拡散方程式<sup>(2)</sup>で は円柱関数に関連し考慮すべきパラメーターが多く精度のよい見積もりが困難であるため、固相 直近において直交座標系の1 次非定常拡散方程式で近似した解析を行った。また、固液界面を境 界として、固相側は粒界拡散、液相側は体積拡散とみなして二領域に分けてみかけの拡散係数を 求めたところ、全体として 5.54×10<sup>-9</sup>~2.90×10<sup>-7</sup> cm<sup>2</sup>/s の範囲の値を得た。みかけの拡散係数 は 6min、1min、7s と浸漬時間が短くなるに従い大きくなり、初期に大きく溶解が進むメカニズ ムが考えられる。また、長時間側では、粒界拡散係数は体積拡散係数より1オーダーほど大きな 値となった。融液側の体積拡散係数を用いて、直径 1cm のステンレス球完全溶解時間の見積もり を Ranz-Marshall の実験式を適用して行ったところ、10<sup>4</sup>s オーダーと非常に長時間の見積もりと なったこと、断面の組織観察結果より、固相 SUS304 ステンレス鋼の粒界に溶融合金が深く侵入し ている様子が観察されたことから、粒の脱落による溶損が先行して、その後化学的な溶解が進む という形態が考えられ、実機破損プロセスでも同様の溶解機構により溶損が促進された可能性が あることがわかった。

また、スラグ系溶融デブリへのステンレス鋼の溶解反応速度測定のための予備実験のチェコ共和国 CVR 研究所への依頼に関する事前検討を行った。同所を訪問し、導入中の大出力の新型の金属浮揚溶解装置コールドクルーシブルを見学しながら説明を受け、 $Zr(0)-U0_2$ 系デブリのコールドクルーシブル中での溶解実験の具体的な実験方法について検討を行った。酸化物系融体として70mass% $U0_2$  + 30%massZr0\_2 (Corrium 100)、金属ジルコニウムを添加した融体として70mass%  $U0_2$  + 30mass% (20mo1% Zr0\_2+80mo1%Zr) (Corium 20)を用い、サンプリング、ステンレス棒浸漬溶解実験を行うことを予定した。

②制御棒とチャンネルボックスからなるメタル系溶融物の特性評価(再委託先:東北大)

燃料棒・制御棒の集合体において起こりう る各種反応を明らかにするために、 B<sub>4</sub>C-SUS304-Zircaloyの3つの素材が関わる 反応界面実験および観察を以下のように行っ た。雰囲気を制御するためにセラミック製の 反応管を設置し、白金熱電対を接続した PID コントローラーにより炉内の高温帯温度を制 御した、二珪化モリブデン製発熱体を有する 縦型環状電気抵抗炉を用いた。必要に応じて、 高純度の窒素、アルゴン、水素ガスをそれぞ れ、マスフローコントローラーを介して炉内 に導入し、窒素ガスおよびアルゴンガスを水 蒸気発生装置を経由させることにより H<sub>0</sub>0分



図 2 B<sub>4</sub>C/ SUS/Zircaloy 試料の 1473K における 保持実験の観察結果 (a: in Air, b: in Ar)

圧を制御した。 $\phi$ 19mmのアルミナるつぼに約 20×10×1mm<sup>3</sup>の SUS-304、Zircaloy-4 片を 2.5g の B<sub>4</sub>C 粉末と共に入れ、Air, Ar あるいは(Ar・N<sub>2</sub>)/H<sub>2</sub>/H<sub>2</sub>0(=1/1/1 または 1/0/1)に雰囲気を制御し

た縦型管状炉内で1473Kに3600s保持した。保持後の試料は急冷の後、樹脂埋めし断面観察試料 を作成した。FE-EPMAにより試料の組成を定量し、進行した反応を推定した。

図2にはAir、Ar中で加熱した試料の断面を示す。中央の白色部がSUS、Zircaloy、下部黒色部がB<sub>4</sub>Cを示す。Air中では、B<sub>4</sub>C層表面にB<sub>2</sub>0<sub>3</sub>が生成した。B<sub>4</sub>C層と接するZircaloyは酸化されB<sub>4</sub>CあるいはB<sub>2</sub>0<sub>3</sub>層内に分散した。またB<sub>2</sub>0<sub>3</sub>と接する部位のSUSが溶解した。一方Ar中ではZircaloyが溶解し液体金属相を生成した<sup>(3)</sup>。Ar/H<sub>2</sub>/H<sub>2</sub>0混合ガス中において、SUSはB<sub>4</sub>CからのBおよびCの浸透により溶解し、Zircaloyは表面が酸化したのみで溶融しなかった。以上の結果より反応機構を検討したところ、空気のような酸化性雰囲気では、B<sub>2</sub>0<sub>3</sub>-FeO<sub>x</sub>共晶反応(348°C)によりSUS304表面の酸化膜が除去されることによりSUS304の溶解が促進されること、Zircaloyが未反応であるのは、表面に生成したZrO<sub>2</sub>が元素拡散を妨げているためであることが考えられた。また、Xircaloyの溶解がFe-Zr 共晶反応(928°C)を主要因として起きていること、また、Zircaloyの溶解がFe-Zr 共晶反応(928°C)を主要因として起きていること、たが 1の場合を選定し、これにArまたはN<sub>2</sub>を加えた雰囲気で実験を行ったところ、比が 0の場合(H<sub>2</sub>0のみ)にはZr表面の酸化により共溶融が起きず、比が 1の場合は双方ともある程度共溶融が起きるが、N<sub>2</sub>を加えた場合の方がZr の酸化が促進され、共溶融の程度が小さいことが分かった。

③実機条件での炉心支持板破損解析と燃料溶融物の特性調査(再委託先:原子力機構)

シビアアクシデント解析コードによる実機解析準 備のため、RELAP/SCDAPSIMコード(Mod.3.5)およ びMELCORコード(Version 2.1)<sup>(4)、(5)</sup>の炉心部温 度分布評価に大きく影響する炉心部からの輻射伝熱 モデル等の調査を実施するとともに、RELAP/ SCDAPSIMコードによる予備計算を実施して、解析結 果の評価により炉心部温度分布予測の妥当性の検討 を実施した。使用コード選定においては、MELCORコ ードは熱輻射解析に使用するビューファクターの検 討が十分でなく、炉心中心部の温度を過少評価して いる可能性がある一方、RELAP/SCDAPSIMコードは、 炉心部の温度分布の評価においてLAGUNA VERDE 炉の安 全審査で使用された実績を持ち、燃料溶融・下部プレ



図 3 FDDNP2U における事故 8 時間後の

### 炉心高さ方向温度分布

ナムへの移行挙動を再現できることが確認されため、後者を用いることとした。事故のあった福 島第一原子力発電所の1号機~3号機のうち、事故時のプラントデータが得られているため、炉 心損傷に至る初期条件がより明確な2号機を解析対象として選定した。図3に溶融燃料の下方へ のリロケーションが開始している約8h後の高さ方向の燃料温度分布示す。溶融燃料の下方へのリ ロケーションが開始している channel では炉心燃料下部の温度は2,500℃を超えているが、その 他の燃料集合体の下部の温度は約400℃~250℃と低く、その直上の約2,000℃を超えている部分 との温度勾配は非常に大きいことがわかる。また、解析により得られた炉心部の水蒸気(H<sub>2</sub>0)と 水素 ( $H_2$ )の比率 ( $\log H_2 0/H_2$ )の時間変化を調べた結果、 $H_2 0/H_2$ は  $10^{-2} \sim 10^4$ の範囲となり、 $ZrO_2$ 、  $B_2O_3$ 、FeO 等の酸化物の生成が可能な雰囲気条件となっていることわかった。

炉心支持板破損模擬試験による各種検証データを取得するため、「第1回 CLADS 廃止措置研究国際ワークショップ」などで海外機関などとの協議も行って、炉心下部支持構造への制御棒及び構造材の溶融物が落下した際の燃料支持金具部-制御棒速度リミッタ部の閉塞状況・破損状況の把握を目的とした試験実施に向けて検討を行った。制御棒ブレード溶融物は直下にある傾きを持った制御棒落下速度リミッタ上に落下するものと考えられるため、溶融物が斜面上を流下することで腐食生成物が継続的に除去される一方で、溶融物が落下位置に存在する時間が短くなる等の影響が考えられ、これらの要因を考慮して、本試験では、実機の制御棒落下速度リミッターを模擬するように傾けて設置したステンレス平板上に、ステンレス-B<sub>4</sub>C 混合溶融物または Zr-ZrO<sub>2</sub>混合溶融物を流下させる実験を実施することを策定した。現在、SUS304-B<sub>4</sub>C 系の計算状態図などを参考に SUS-B<sub>4</sub>C 溶融物の生成条件について検討し、溶融物中の B<sub>4</sub>C 割合は 0%~50%の範囲の融点の低い組成で選定する方針を定めるとともに、炉心支持板破損模擬試験の準備作業を実施中である。

燃料溶融物の特性調査としては、別途 JAEA にて実施したプラズマ溶融後の模擬燃料集合体の分 析結果を評価し、溶融物の特性に関するデータを取得した。この実験では金属 Zr で被覆された ZrO<sub>2</sub>ペレットの集合体からなる試験体を、アルゴンガス中で出力 150kW の非移行型アルゴンガス プラズマトーチにより加熱し、溶融下部まで溶融させることが可能であることを確認した。溶融 後の試験体に対し、原子力機構大洗燃料集合体試験施設(FMF)に設置されている X 線コンピュー ター断層撮影装置(X 線 CT 装置)による内部撮像を行い、併せて溶融物用の化学分析を実施した。 その結果、主な溶解機構としては、被覆管である金属 Zr に ZrO<sub>2</sub>ペレットから多少の酸素の溶解 はあるものの、融点の低い金属 Zr が先に溶融し、その後 ZrO<sub>2</sub>ペレットが溶解するという現象に なることが分かり、これまでの事故炉の融体生成挙動予測とおおむね一致した。

#### <u>3. 今後の展望</u>

メタル系溶融デブリによるステンレス鋼損傷機構を、温度などの実験条件を変えてさらに検討 するとともに、スラグ系溶融デブリへのステンレス鋼の溶解反応速度の測定を行う。制御棒とチ ャンネルボックスからなる集合体における共溶解を中心とした反応機構への雰囲気ガス・温度の 影響をさらに明確化する。SA 解析コードによる実炉での雰囲気・温度条件の把握を進めて材料実 験へのフィードバックを行うとともに、実機条件での炉心支持板破損解析実験を実施し、新たに 構築する反応を考慮した溶損モデルとの整合性を検討する。

#### <u>4. 参考文献</u>

(1) 鉄合金状態図集、0.A. バニフら編、アグネ技術センター、2001、東京.

- (2) J. Crank : The Mathematics of Diffusion, Clarendon Press (1975), 87
- (3) R. Sasaki, S. Ueda, SJ. Kim, X. Gao, S. Kitamura, J. Nucl. Mater., 466(2015) 334-342.
- (4) "MELCOR Computer Code Mannuals Vol.1 Primer and Users' Guide Version 2.1", Sandia National Laboratories, 2011.
- (5) "MELCOR Computer Code Mannuals Vol. 2 Reference Mannual Version 2.1", Sandia National Laboratories, 2011.