## 

Tomonori SOGA Kouichi TOBITA Takeshi MITSUGI Shunichi MIYAKAWA Irradiation Center, O-arai Engineering Center

「常陽」制御棒寿命は、B<sub>4</sub>Cペレットのリロケーション及びスエリングに起因する吸収材 - 被覆管の機械的相互作用(ACMI)によって約40×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>に制限されている。この問題を解決し長寿命化を図るため、シュラウド管を装着したNaボンド型制御棒の開発を進めてきた。本構造におけるACMI及び吸収材・被覆管の化学的相互作用(ACCI)等の挙動評価の結果、約120×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>までの高燃焼度化が可能であるとの結論を得た。また、一連の試験研究によって炉内でのNaの充てん機構の信頼性を確認し、使用済制御棒の処理についても見通しを得た。本制御棒は2002年以降、「常陽」での使用を開始する計画である。

The lifetime of the Joyo control rod is limited to approximately  $40 \times 10^{26}$  cap/m<sup>3</sup> by the Absorber Cladding Mechanical Interaction (ACMI) which originates from relocation and swelling of the boron carbide pellets. The sodium bonded type control rod, which has a shroud tube, has been developed to attempt a lifetime-extension by solving this problem. Evaluation of ACMI and Absorber Cladding Chemical Interaction (ACCI) behavior, resulted in approximately  $120 \times 10^{26}$  cap/m<sup>3</sup> was achieved for a possible extended burnup. In addition, a reliability of the sodium charging mechanism, and the possibility of processing of the spent control rods were also confirmed. This type of control rod will be implemented in Joyo after 2002.

キーワード

高速炉、常陽、制御棒、炭化ほう素ペレット、長寿命、ACMI、ACCI、Naボンド、シュラウド管 Fast Reactor, Joyo, Control rod, Boron-Carbide Pellet, Long Life, ACMI, ACCI, Sodium Bonded, Shroud Tube

1.はじめに

原子炉の出力制御や緊急停止に用いられる制御 棒には高い性能と信頼性が要求される。高速炉の 制御棒は、一般にステンレス鋼管内にB4Cペレッ トを装てんした制御要素を束ねたクラスタ構造で ある。高速実験炉「常陽」も同様の構造を持つ制 御棒6体を設置し、現在、熱出力100MWの照射 用炉心(MK・炉心)の運転に供している(図1)。 原型炉、実証炉ではサイクル運転日数の増大に伴 い、制御棒も長期使用に耐えるよう高度化を図っ ていく必要があり、先行炉である「常陽」の制御 棒には、高燃焼度までの使用実績と照射データを 蓄積していく役割がある。また、「常陽」制御棒 の従来の経費は年平均約1.5億円であり、運転費 削減の観点でも長寿命化は重要な開発テーマで ある。制御棒では、<sup>10</sup>B減少に伴う核的寿命より も前に、特にB<sub>4</sub>Cペレットの照射挙動に起因した 機械的寿命に至るケースが多く、長寿命化では この対策がポイントになる。<sup>10</sup>B(n,a)反応で 生成するHeを排出するベント型制御棒はその代 表例であるが、各国で制御要素のHeガス内圧上 昇を防ぐ構造改良が進む一方で、B<sub>4</sub>Cペレットと 被覆管の機械的相互作用(以下、ACMI: Absorber Cladding Mechanical Interaction)が寿 命を左右する挙動として認識されるようになっ た。

フランスはこの問題について早くから開発を行 い、1980年頃から伝熱性の向上によってペレッ ト-被覆管ギャップを拡げるNaポンド型制御棒<sup>1)</sup> の使用を開始している。一方、「常陽」ではMK・



図1 「常陽」炉心構成とMK- 制御棒構造

制御棒にACMIの発生が確認された<sup>2)</sup>ため、本 挙動のメカニズムを検討<sup>3)</sup>し、その知見に基づき 高度化を図ることとした。この結果、ACMI対策 としてシュラウド管を装着したNaボンド型制御 棒への改良が有効であるとの結論を得た。

本報では、2002年以降の熱出力140MWの高性 能照射炉心(MK・ 炉心)に向けて実施してき た「常陽」Naボンド型制御棒の開発<sup>4)</sup>について報 告する。

#### 2.MK· Heボンド型制御棒の照射挙動

MK・ 制御棒は要素内部にHe雰囲気でB<sub>4</sub>Cペ レットを装てんしたHeボンド型である。これま でに53体の制御棒が製作され、このうち、116EFPD ~308EFPDまで使用された18体について照射後 試験(以下、PIE:Post Irradiation Examination) を行っている。これら制御棒のピーク燃焼度は、 22~57×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>、ピーク燃焼度位置の高速中 性子照射量(>0.1MeV)は、1.2~3.1×10<sup>26</sup>n/m<sup>3</sup> である。

PIEの結果、制御要素下端にACMIによると見 られる2%程度の外径増加が確認された。しかし、 この外径増加は、B<sub>4</sub>Cペレットのスエリング速度<sup>5)</sup> とペレット - 被覆管ギャップから予測される接触 時期より前に開始しており、同じ燃焼度の要素で も外径増加率は大きくばらついている。また、被 覆管の変形は異方性の強い複雑なもので、初期の ギャップが広い要素ほどオーバリティ(長径と短 径の差)が大きくなる傾向がある。このため、 ACMIは割れたペレットのリロケーションによっ て加速されているものと判断された。

さらに、詳細外観検査に供したピーク燃焼度43 ~56×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>までの8体の制御棒(制御要素 56本)のうち、15本の被覆管にクラックが確認さ れた。クラックは、外径増加の大きいスタック下 部に発生しており、その最大長さは約4 cm、最 大幅は約0.3mmである。破面は、脆性的なものが ほとんどであった。

図 2 に、MK・ 制御棒におけるACMIによる被 覆管変形とクラックの代表例を示す。

現在の制御棒は、クラックの発生を抑制するた めに、被覆管の塑性歪評価に基づき燃焼度を制限 している。図3にこの設計線図を示す。本評価で は、ギャップはリロケーションの発生頻度が最も 高いと推定される20×10<sup>26</sup> cap/m<sup>3</sup>で消失するもの とし、その後のB<sub>4</sub>Cスエリング速度に基づく被覆 管の弾塑性クリープ計算を行い、累積塑性歪を計 算している。燃焼度制限(寿命)は、この塑性歪 計算値が実際に制御棒でクラックが発生している 塑性歪下限(炉内塑性歪限界)に達する時点であ り、図3のとおり約40×10<sup>26</sup> cap/m<sup>3</sup>と評価される。 本寿命はPIEにおけるクラック発生下限燃焼度 (43×10<sup>26</sup> cap/m<sup>3</sup>)とよく一致している。

このように、MK・ 制御棒の寿命はACMIによ って決定されており、現寿命は核的寿命(<sup>10</sup>B平 均燃焼10at%、ピーク260×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>)のわずか 1/6程度に制限されている。このため、長寿命化 を図る上では、ACMIを解決するための新しい設



・照射量 3.02×10<sup>28</sup>n/m<sup>2</sup>(E≧0.1MeV) クラック幅 0.3mm

図 2 ACMIによる被覆管変形とクラック発生の代表例 (MCR103 D107ピン)



## 計概念を取り入れる必要があった。

# 3.Naボンドシュラウド型制御棒の開発

3.1 「常陽」制御棒の開発方針の決定

「常陽」制御棒の長寿命化の目標は、PHENIX がANTIMAG3照射試験<sup>6)</sup>で達成した最高燃焼度 220×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>を超え、また、核的なポテンシ ャルを最大限に引き出すため、核的寿命(260× 10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>)に設定した。

前述したACMIは、中性子吸収材B<sub>4</sub>Cペレット のリロケーションとスエリングが原因であるが、 本吸収材は高い中性子吸収能力を有し、高温、高 照射量での実績に富んだ材料である。したがって、 吸収材は変更せずリロケーションを抑制しつつギ ャップを拡大することとした。

リロケーションを抑制するためには、破片を機 械的に拘束することが必要である。そこで、被覆 管と同等材の薄肉管(シュラウド管)をペレット スタックに被せ、スタックの形状を維持すること とした。シュラウド管は、既にHeポンド型制御 棒で試験的な使用を開始している<sup>7)</sup>。

一方、ギャップを拡げるためには、伝熱性を改 善し、高い線出力のB<sub>4</sub>Cペレットを除熱する必要 がある。Heよりはるかに高い熱伝導を持つボン ド材としては、高速炉冷却材であり、伝熱性及び B<sub>4</sub>Cとの共存性に優れたNaが最良であると判断し た。

以上の長寿命化制御棒の設計概念について図 4 に示す。

このように「常陽」は、MK· 炉心用として Naボンドシュラウド型制御棒を開発することに した。開発に当たっては、主に以下の課題があっ た。

#### (1) 構造検討

Naボンド型制御棒の構造には、Na充てん機能 (Naボンドの形成)、Heベント機能、B<sub>4</sub>C粉末の 保持等についての検討が必要である。「常陽」で はこれに加え、製作費や、早期実用性(照射試験 等、長期の検討の有無)も検討対象になる。

(2) 熱設計

熱的に許容できる範囲で被覆管の内外径を広 げ、ACMIのためのギャップを広げる必要がある。 ミート部の定常温度は、基本的にHeボンド型に 比べて低下するため、本報では、生成He気泡の 影響や、ボンド材Naの喪失等の非定常的な事象 について評価した結果を紹介する。

# (3) 機械設計

ACMIや、Naボンドで新たに問題となる吸収 材-被覆管化学相互作用(以下、ACCI: Absorber Cladding Chemical Interaction)を考慮した、高 燃焼度領域での機械設計の成立性について確認す る必要がある。

#### (4) 使用済制御棒の処理

制御棒を含む炉心構成要素は、通常、水蒸気洗 浄及び水洗浄を行った後、水中貯蔵を行っている。 Naボンド型制御棒では、使用後に残留するNaが



図4 ACMI対策のための構造改良(概念図)

他の炉心構成要素に比べて増加するため、上記の 湿式法における安全性確認、又は特別な処理方法 について吟味する必要がある。

これらの課題に対し「常陽」で行ってきた開発 と設計について、以下に記述する。

#### 3.2 構造検討

## (1) 要素型式選定

Naボンド型制御要素の型式候補としては、Na 充てん方法で区別される下記3タイプが考えられ た。いずれもHeガスベント機能を有する。

> ポーラスプラグ型(下部充てん型) ダイビングベルNa封入型(封入型) Na流入管付ダイビングベル改良型

(上部充てん型)

はフランスの実機<sup>1)</sup>に採用されている構造で ある。要素上下にポーラスプラグを設置し、炉内 で要素下部からNaを充てんする。本構造は、Na 充てん機能の確認が必要であるが、これが確保さ れれば使用中Naが供給されるため、蒸発による Naの減少は考慮する必要はない。また、炉外取 出し時のNaドレン機能を持つため、使用後の残 留Naは減少するが、B<sub>4</sub>C粉末の保持が課題である。 残留Naが少ないと、水蒸気や水が入りやすくな り、洗浄によるNa除去性の点で有利であるが、 Na - 水の反応速度が大きくなるので安全性の確 認が必要である。下部ポーラスプラグは、高い照 射量に達するため、十分な照射データが必要であ る。製作コストは従来並みと予想される。 はロシアで過去に検討されていた構造<sup>®</sup>であ る。製作時にNaを封入するため、Na充てん性の 確認は不要であり、B<sub>4</sub>C粉末を要素内に保持でき る。しかし、Naの減少を防ぐため、冷却プロッ クによりNa蒸気を液化する必要があり、この機 能を長期試験で確認する必要がある。また、使用 後のNa洗浄は解体しなければ不可能である。製 作方法の検討を要し、またNa充てん設備の設置、 保管管理等の観点から高価になる。

は「常陽」が独自に考案したもので、MK・ 制御棒にNa充てん機能を付加した構造である。 機能上は、と同じく、Na充てん性を確認する 必要がある。また、Naドレン機能がなく、要素 内にNaの流れもないので、B<sub>4</sub>C粉末をほぼ保持で きる(本構造の水中試験において、要素下部から ガスを流し、B<sub>4</sub>C粉末の保持性を確認している)。 使用後、要素内にそのままNaが残るため、Naの 除去性、洗浄時の安全性を確認する必要があるが、

に比べてNa - 水反応は緩慢になると予想され る。充てん機構部の照射量は低いため、短期の炉 外試験で機能を確認できる。製作コストは従来並 みである。

これらの比較検討の結果を図 5 に示すとおり、 B<sub>4</sub>C粉末を保持できNa洗浄の可能性もあること、 また製作コスト、長期試験が不要である等の利点 に着目し、上部充てん型を選択した。

機能上、最も重要であるNa充てん性に関する 研究について、以下に説明する。また、本構造の 使用後処理の検討については3.5で説明する。

ピン構造	初 期 充填性	Naベーパー の発生	B₄C の保持	Na洗浄 ・貯蔵	製作性 (コスト)	長期試験 の必要性
下部充填型 (充填機能有、ドレン機能有)	Δ	0	×	Δ	0	×
封入型 (充填機能無、ドレン機能無)	0	Δ	0	×	×	
上部充填型 (充填機能有、ドレン機能無)	Δ	0	Δ	Δ	0	0



図 5 Naボンド型制御要素型式候補

(2) Na充てん機能確認

上部充てん型では炉内装荷時に図 6 のように、 Na充てんが行われる。Naが下部ベント孔から浸 入し、内部Heが上部ベント孔から放出されるた めの条件は、h > 8 / d<sub>1</sub>で表現される。

ここで、

- h : ベント孔間隔
- d<sub>1</sub>:ベント孔径
  - :表面張力
  - :流体密度

である。流入管をNaが通過するための必要液面 高さh'は、h'>4 /  $d_2$ となる。 ここで、

h': ペント機構部に生じる液面高さ

d<sub>2</sub>:Na**流入管内径** 

である。「常陽」の実機寸法計画値は $d_1 = 3 \text{ mm}$ 、  $d_2 = 2 \text{ mm}$ であり、h'max = hと見なせることから、 ペント機構部の充てん判定式は、 $h > 8 / d_1$ に帰 着される。本式は水中試験での挙動を良く模擬し たが、実機ペント孔はハンダシールを施すため、 これを模擬した250 のNa中試験を行った結果、 hの実測値にばらつきが見られた。したがって、 これを統計的に整理し、3 相当のNa充てん判定 式 $h > 24 / d_1$ を導いた。本式により炉内装荷時



図6 上部充てん機構のNa充てん原理

サイクル機構技報 No.8 2000.9

(250)のNa物性での必要hは170mmとなる。実
機ではこの約2倍の300mmとした。

また、250 でペレット・被覆管ギャップにNaを 充てんするための必要最小幅を確認した結果、0.7 ~1.0mmの範囲にあった。したがって実機のギャッ プ幅はこれ以上確保する必要があるが、後述の熱 流力設計で示すとおり、実機のギャップは1.3mm とする計画であり、この寸法条件を満たしている。

以上の試験結果に基づき、実機制御要素のフル モックアップ試験<sup>4)</sup>を実施した。この結果、要素 内の空間体積に対しほぼ100%のNa充てん率が得 られている。

また、ペレットスエリングによってギャップが 狭まり、生成Heが溜まっていくおそれがあるた め、運転中の被覆管温度を模擬した450 でのギ ャップ部充てん性試験を実施した。この結果、運 転温度ではNaの濡れ性が改善され、Heボンドで の熱的な限界ギャップ約0.3mmを下回る0.2mm (試験パラメータの最小値)まで、直ちにNaが充 てんできた。以上のように、使用中のギャップ縮 小とHe生成に伴うNaの排出は、これが問題とな る広いギャップでは起こらない。

ただし、これらNa中試験体の解体観察では、 Naギャップに約5mm以下の気泡が観察された。 万一気泡が成長すると、ミートの局所加熱をもた らすおそれがあるため、上述の450 ギャップ部 充てん性試験の結果から、ギャップ幅の変化に応 じた最大気泡径を推定し、このときの熱的影響を、 後述する熱設計において確認している。

3.3 熱設計

(1) 熱流力設計(バンドル仕様の検討) 熱流力設計では、制御要素の被覆管はACMIに 対する十分なギャップを確保するとともに、要素 間の冷却材流路を確保することによって温度を抑 制してACCIを低減し、強度上も適当な肉厚を確 保しなければならない。そこで、被覆管外径、肉 厚、ワイヤ径、要素配列ピッチ等をパラメータに 熱流力設計を実施した。なお、保護管やB<sub>4</sub>Cペレ ットの仕様は、従来と同等の挿入性、制御能力を 確保するため、変更しないものとした。

制御棒チャンネルの冷却材流量はMK・ 炉心 で最小1.98kg/sであり、各バンドル仕様での保護 管内外の流量配分を考慮し、被覆管温度を評価し た。被覆管外径18.9mm、肉厚0.5mm、ワイヤ外 径1.1mmのとき、被覆管最高温度は上端部で約 620 となる。このとき、ACCIを考慮しても使用 末期に適当な被覆管肉厚を残すことができ、 ACMIのためのシュラウド・被覆管ギャップとし て1.3mmを確保できるため、これをNaボンド型 制御棒のバンドル仕様とした。表1 にMK・ He ボンド型とMK・ Naボンド型の主要仕様及び照 射条件を比較して示す。

(2) 非定常時の温度解析

ここではNaボンド型のギャップに、He気泡が 滞留した場合の温度解析について記述する。ただ し、この温度上昇は気泡滞留部にスポット的に生 じるものであり、また、ナトリウムの表面張力は 減少し、濡れ性は改善され、大きい気泡はギャッ プに滞留できなくなることから、短期的な事象で ある。実際に気泡による加熱の事例は海外のNa ボンド型制御棒でも報告されていないため、非定 常的な事象と考え、機械設計には本評価温度を反 映しない。

また、ここでは熱設計上想定しうる最も過酷な 事象として、ポンド材Naの喪失について評価し

項目		MK- Heボンド(8次取替)	MK- Naボンド		
原子炉熱出力	(MW)	100	140		
原子炉1次冷却材流量(t/h)		2200	2700		
原子炉入口温度( )		370	350		
核的寿命 (at%)		10	同左		
制御棒挿入量 (cm) BOC/MOC/EOC*1		2~16	約18/14/8		
設計燃焼度 (cap/m <sup>3</sup> )		約40×20 <sup>26</sup> (1.6at%)	260×20 <sup>26</sup> (核的寿命、目標)		
使用日数 (EFPD) <sup>*1</sup>		約 240	約 660 (核的寿命、目標)		
B₄C下部高速中性子束(n/m²・s) <sup>*1</sup>		1.5 × 10 <sup>19</sup>	2.8×10 <sup>19</sup>		
ピーク(n、)反応率(cap/m <sup>3</sup> ・s) <sup>*1</sup>		2 × 10 <sup>20</sup>	$4.6 \times 10^{20}$		
被覆管	材質	PNC316 (20%CW)	同左		
	外径 (mm)	18.5	18.9		
	内径 ( mm )	16.9	17.9		
	肉厚 ( mm )	0.8	0.5		
シュラウド管	材質	SUS316 ( 低CW )	同左		
(MK- は一部)	内径 (mm)	16.4	同左		
	肉厚 ( mm )	0.1	同左		
シュラウド管 - ネ	波覆管ギャップ (mm)	0.3	1.3		

表1 MK- Heボンド型とMK- Naボンド型の使用条件、基本仕様の対比

\*1 MK- は実測ペース又は運転監視コードシステム "MAGI"記録計算値、MK- は2DBURN、 TRIANGLEコードによる設計値



図7 He気泡滞留モデルにおける最高温度履歴

た結果についても紹介する。Na充てん性は 3.1 (2)のとおり確認しており、本評価は事故的な事 象であるが、この場合にも制御要素の健全性に影 響がないことを確認することとした。

これら温度解析では、工学的安全係数、過出力 係数を考慮し、燃焼に伴う発熱減少、ギャップの 縮小、ペレット熱伝導率の低下等の経時変化を模 擬した。

B<sub>4</sub>Cペレットの温度制限は融点<sup>9)</sup>に100 の余裕 を見込んだ2,350 とした。316ステンレス鋼の融 点は1,300 ~1,400 であるが、シュラウド管で はB<sub>4</sub>Cとの接触による共晶の可能性もある。した がって、高温照射を経験したにもかかわらず、 ACMIが発生していない制御棒材料照射リグ (Absorber Material Irradiation Rig、AMIR·8)の シュラウド管最高温度1,100 (ノミナル計算値) をシュラウド管の温度制限とした。この温度は、 ホットスポット温度の評価における制限値として は十分厳しい。このB<sub>4</sub>C2,350 、シュラウド管 1,100 の制限を超える温度ではそれぞれ溶融が 起こると仮定した。

He気泡滞留は、ミートの偏心、各燃焼度にお けるギャップ縮小を考慮してモデル化した。本モ デルにおけるB<sub>4</sub>Cペレットとシュラウド管の最高 温度履歴を図 7 に示す。最高温度はペレット約 2,050 、シュラウド管約1,060 であり、いずれ も溶融制限を下回る。

ボンド材Naの喪失は、ミートの偏心がないモ デルでギャップをHeとして評価した。最高温度 はペレットでは約2,120 のため溶融しない。 方シュラウド管は約1,630 になり、スタック下 端から約26cmの範囲が溶融する結果となった。 そこで、溶融物が被覆管に接触したとき、この熱 が被覆管に与えられ、溶融物と被覆管が等温にな る収束温度を求めた。この結果、接触部における 被覆管温度は約570 であり、最高使用温度620 より低い。したがって、Na喪失という最悪のケ ースでも被覆管破損は起こらない。

## 3.4 機械設計

#### (1) ACMI評価

Naボンド型制御棒におけるACMI設計では、高 燃焼度領域での挙動の不確かさを考慮して従来の 塑性歪制限は適用せず、B<sub>4</sub>Cペレットのスエリン グによってギャップが閉塞する評価時期を寿命と した。ここでB<sub>4</sub>Cスエリングは、生成Heのペレッ ト内部の蓄積によって起こると考えられており、 ペレット密度が高く、温度が低いほど大きい傾向 がある。したがって、Naボンドではスエリング 速度の増加が予想されるため、これを考慮した評 価が必要になる。

低温でのスエリング挙動に関する報告は多くな いが、「常陽」でもHeボンド環境で、90~95% T.D.のペレットについてスエリングデータが取得 されている<sup>5)</sup>。また、PHENIXでも84%T.D.、 96%T.D.の2種類のペレットについてNaボンド 環境でのスエリングデータ<sup>6),10)</sup>が報告されてい る。これらの上限カーブを用いて評価したACMI 寿命は、図 8 に示すとおり、120×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>と 従来型(40×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>)の約 3 倍に延長できる ことが明らかになった。本評価では、「常陽」の 低温データの取得範囲が低燃焼度領域に限られ、 データ点数も少ないことを考慮し、高燃焼度領域 までデータが取得されており、密度も高く最も安 全側の値を与えるPHENIXの96%T.D.の上限カー ブによる評価結果を寿命とした。同図から明らか なように、評価結果はスエリング挙動に大きく依 存する。したがって、今後は「常陽」実機でスエ リングデータを拡充し、スエリングカーブの最適 化を図ることにより、高燃焼度化を図り、最終目 標260×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>の達成を目指す。

なお、シュラウド管は、B<sub>4</sub>C破片を包む形状を 維持する観点から、クラックの発生を許容し、溶 融・変形・腐食を(変形・腐食は管形状を保てる レベルに)制限する。このうち、熱設計で説明し たとおり、He気泡の滞留を考慮してもシュラウ ド管の溶融は起こらない。また、316ステンレス 鋼焼鈍材のスエリング速度によれば、シュラウド 管径の増加は、核的寿命末期(照射量約1.4× 10<sup>27</sup>n/m<sup>2</sup>)で約3.5 D/D%となるが、B<sub>4</sub>Cペレッ トのスエリングはこの数倍大きいため、シュラウ ド管の変形による拘束の緩みや、ギャップの閉塞 は起こらない。また、シュラウド管は被覆管の ACCIと同等の腐食を生じるが、これは、ほう素、 炭素の侵入であり、形状を損なうものではないた め、強度メンバーでないシュラウド管では、これ を許容できる。

以上のとおり、シュラウド管はその管形状を維持し、使用中のリロケーションを抑制できるもの と考える。シュラウド管の効果は、「常陽」制御 棒<sup>7)</sup>、AMIR等で一部照射データが取得されつつ あり、また、PHENIXにおいても最高燃焼度 220×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>までの照射試験<sup>6), 11)</sup>で確認されて いる。

(2) ACCI評価

Naボンド型制御棒では、 $B_4C$  - Na - ステンレ スの化学的共存性を確認する必要がある。特に B.T.KELLY<sup>11)</sup>、Ph.DUNNER<sup>9)</sup>らが指摘する被覆 管へのほう素、炭素の侵入(ACCI)は、高燃焼 度領域での被覆管の健全性上、無視できない問題 である。サイクル機構では、450~650 のNa中 浸せき試験により、20,000時間(約830日)まで Na中の $B_4C$ ペレットが安定であることを確認する とともに、316ステンレス鋼に生じたACCI反応層 の深さを測定している。反応層深さは時間tの平 方根に比例し、x = kt<sup>1/2</sup>で表される。係数kはアレ ニウス式k = Aexp(Q/RT)に従う。

- ここで、
  - A:頻度定数
  - Q:活性化エネルギー
  - R: 気体定数
  - T:温度(K)

である。上述のDUNNERら<sup>9)</sup>は炉外試験データか らk(cm/s<sup>1/2</sup>)=0.522exp(-97.200/RT)(R= 0.00831kJ/Kmol)を導いており、サイクル機構の 炉外試験データもこれに近い。しかし、「常陽」 のAMIR、PHENIXのPrecuresabA4<sup>6),11)</sup>等の照射 試験データから、ACCIは炉内で加速される傾向 があることが分かっており、これら炉内のkは DUNNERの炉外実験式の約1.5~3.8倍と大きい。 このため、炉内ACCIは、上式の4倍として評価 することとした。この方法で評価した反応層深さ を図9に示す。本図のとおり、ACCI反応層深さ は核的寿命260×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>においても被覆管初 期肉厚(500µm)より小さく、使用末期まで未 反応領域を残すことができる。







図9 ACCI反応層評価結果

面へのクロム、チタン、ニオブ、ニッケルの被膜 による反応層深さの低減量についても測定してい る。このうちクロム被膜は、650 の条件で、 10,000時間まで母材316ステンレス鋼にACCI反応 層を生じさせず、最も優れた性質を示した。 H.J.Heuvelら<sup>12)</sup>も、750 、4,320時間の試験にお いて被覆管に生じた約300µmの反応層深さは、 クロム被膜を施した試験体では、純Na中で150µm に、またNa中にリチウムを添加した環境(彼ら は<sup>10</sup>B(n、a)<sup>7</sup>Li**反応で生成するリチウムを模擬** した)で90µmにまで低減されたと報告している。 これらの結果から、実機の被覆管内面はACCIを 低減するためクロムで被膜する。ただし、後述の 強度評価においては、照射環境下での不確かさを 考慮し、クロムの耐食効果を期待せず、図9の反 応層深さの評価結果を被覆管の減肉分として取り 扱うこととした。

## (3) 強度評価

被覆管はギャップ確保のために薄くしており、 また、高燃焼度化に伴うACCIの促進及びステン レス鋼のスエリングの問題があるため、これらを 考慮した被覆管の強度評価を行った。

このうち、薄肉化及びACCIの促進による一次 応力の増加については、内外圧力差のないベント 型制御要素では、一次膜応力の許容値Sm<sup>13)</sup>又は 一次膜応力+一次曲げ応力の許容値1.5Sm<sup>13)</sup>に対 する核的寿命末期の応力値の比(設計比)は、最 高温度部で最大0.28、最高燃焼度部で最大0.19と 十分な余裕がある<sup>4)</sup>。

一方、被覆管 - 下部端栓溶接部に生じるスエリ ング差(変位制御型の二次応力)については、被 覆管肉厚にはほとんど依存しない。しかし、運転 中この部位が高い中性子束下にさらされる制御棒 においては、高燃焼度化に伴い歪及び応力が非常 に大きくなる。本部位の照射温度は約390 であ り、3Sm<sup>13)</sup>で制限することになるが、健全性の判 定上、塑性歪を確認することも重要と考え、塑性 歪と 3Smで二重に制限することにした。塑性歪 限界は、図2の低速歪と照射の効果を考慮したも のを適用した。

中性子束2.8×10<sup>19</sup>n/m<sup>2</sup>・s(E 0.1MeV)の条 件で、照射クリープによる応力緩和を考慮して、 有限要素法解析コードによる弾塑性クリープ解析 を実施した結果、応力及び塑性歪は、核的寿命末 期まで 3Sm、塑性歪制限を下回ることを確認し た。以上のとおり、強度評価は核的寿命まで成立 することから、Naボンド型制御棒の機械的寿命 は、従来と同様にACMIによって決定されること

#### が分かる。

## 3.5 使用済制御棒の処理

(1) **処理方法の検討** 

原子炉での使用によって放射化された炉心構成 要素は、長期間の貯蔵保管が必要である。「常陽」 の場合、炉心燃料集合体は、蒸気、水によって付 着Naを洗浄した後、崩壊熱を除去するため、水 冷却池に缶詰缶に封入して貯蔵している。制御棒 等、燃料以外の炉心構成要素についても、PIE対 象のものを除いて、燃料と同様の洗浄貯蔵を行っ てきた。しかし、Naポンド型制御棒では要素内 部にNaが残り、外部付着分も含む総量は約300g (Heポンド型の約6倍)と評価されるため、使用 後処理に関する特別な検討が必要であった。具体 的に下記の方法が候補に挙げられる。

湿式洗浄貯蔵(従来の方法)

## 未洗浄乾式貯蔵

## 解体洗浄による廃棄

このうち、は現設備で対応でき、付着Naを 減少させる点では有効な方法である。しかし、残 留Naと水の反応による安全性が問題であった。

は、水冷却池内に水無缶詰缶で貯蔵する案も あるが、湿度管理やプール水浸入等の問題があり、 専用の貯蔵設備が必要と考えられた。またNaが そのまま残り、廃炉以降の最終処分の問題が先送 りになるという問題もある。

は、PIE施設での実施が技術的に可能と思わ れる。しかしNaボンド化による寿命延長後も年 平均3~4体の使用済制御棒の発生が予想され、 このキャスク移送、解体洗浄を行うには、本来の 目的であるPIE作業に相当大きい影響を及ぼすも のと予想される。したがって、全数解体と内部 Na洗浄を行う場合には、と同じく専用設備を 設置するのが現実的と考えられた。

このように、、では新たな施設建設と維持が 必要であり、この処理コストによって長寿命化に よるコスト効果は十分得られなくなる。したがっ て、既存の設備を利用でき、また、最終処分の観 点でもNaを可能な限り減少できる湿式法が望ま しい。本法を検討する上でのポイントは、Na-水反応に伴う安全性である。これについては、以 下のとおりモックアップ試験において確認した。

# (2) 洗浄貯蔵試験

洗浄貯蔵試験は、実際のNa洗浄設備、貯蔵設 備において実施した<sup>4)</sup>。供試体として製作した洗 浄模擬体は、「常陽」第12回定期検査中に、炉内 燃料貯蔵ラックに約24時間装荷しNaを付着充て んさせた後、蒸気洗浄、脱塩水洗浄を行い、その 後約75日間の缶詰缶水中貯蔵を行った。

この結果、洗浄時の水素濃度、水導電率及び圧 力等は、従来の炉心構成要素と比較して同程度で あり、安全上問題なく取り扱うことができた。水 中貯蔵においては、貯蔵期間中、Na-水反応速 度に換算すると平均0.25g/日程度に相当する缶詰 缶の継続的な内圧上昇が確認され、開缶後に検査 した結果、7本中5本のダミー制御要素内に金属 Naの残留が確認された。実機の要素7本に同等 のNaが残留したとすると、その量は約140gと推 定される。ただし、貯蔵中の反応速度を考慮すれ ば2年程度の水中貯蔵でNaを除去できる可能性 がある。本試験結果に基づき、缶詰缶での長期貯 蔵については、水素の発生を考慮してガスペント 機能を設けることとした。

このように、本試験によって、Naボンド型制 御棒について、湿式洗浄貯蔵の安全性とNa除去 の可能性を確認でき、使用後処理の方法を具体化 することができた。

4.おわりに

「常陽」MK・ 制御棒では、B<sub>4</sub>Cペレットのリ ロケーションとスエリングによってACMIが発生 し、燃焼に伴い被覆管の塑性歪が増加することに より、燃焼度約40×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>以上で被覆管にク ラックが発生すると評価されている。このため、 割れたB<sub>4</sub>Cペレットを拘束するシュラウド管を装 着し、さらにスエリングを吸収するための十分な ギャップを確保できるNaボンド型制御棒の実用 化に向けて、構造検討、熱設計、機械設計、使用 済制御棒の処理の開発課題に取り組んできた。こ の結果、得られた成果は以下のとおりである。

Naボンド型制御棒構造を具体化し、炉内Na 充てん機構の信頼性を確認した。

熱設計の成立性を確認するとともに、ACMI、 ACCI等を考慮した機械設計によって、従来 の約3倍に相当する120×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>までの 高燃焼度化が可能であるとの結論を得た。 洗浄貯蔵方法として湿式法を選択し、使用済 制御棒の処理について見通しを得た。

**これらの開発状況を海外と比較すると、代表的** なPHENIX制御棒の最高燃焼度が約150×10<sup>26</sup>cap/ m<sup>3</sup>であり、これに近いレベルに到達しつつある。 また、制御棒の長寿命化によって年間約2億円の

#### 経費削減が期待できる。

Naボンド型制御棒は、MK・ 炉心の初期から 使用を開始する予定であり、今後はNaボンド条 件下におけるB<sub>4</sub>C照射挙動データの拡充を図り、 スエリングカープの見直しを図るとともに、被覆 管の歪評価の適用について検討し、核的寿命 260×10<sup>26</sup>cap/m<sup>3</sup>を最終目標とした更なる高燃焼 度化を目指していく。

## 謝辞

Na充てん機構の設計及び機能試験に当たり、 (株)日立製作所の原田清氏に多大なる協力、支援 をいただいた。また、検査開発(株)の遠峰洋氏に は、洗浄貯蔵試験、解析計算全般に協力していた だいた。ここに深く感謝の意を表したい。

#### 参考文献

- Arnaud, G., Guigon, G. et al. : "Les Barres de Commande des R.N.R.Francais Experience et Development ", Proc. of IAEA-IWGFR Specialist's Meeting, Obninsk, USSR (1983).
- 2)丸山忠司,小野瀬庄二 他:"「常陽」MK- 制御棒の照射後試 験 -吸収ピンの照射挙動評価 - ", PNC TN9410 97-077 (1997).
- 3) 宮川俊一,曽我知則 他:"「常陽」MK- 制御棒の開発と使用 実績の評価", PNC TN9410 97-068 (1997).
- 4)曽我知則,宮川俊一他:"「常陽」制御棒の高度化 -ナトリウムボンド型制御棒の設計-",JNC TN9400 99-052 (1999).
- 5 ) Maruyama, T., Onose, S. et al. : "Effect of Fast Neutron Irradiation on the Properties of Boron Carbide Pellet", Journal of Nuclear Science Technology, Vol34, No.10, 1006 (1997).
- 6) Kryger, B., Gosset, D. et al.: "IRRADIATION PERFORMANCES OF THE SUPERPHENIX TYPE ABSOBER ELEMENT", Proc. IAEA-IWGFR Technical Committee Meeting, Obninsk, Russia (1995).
- 7)田中康介,菊池 晋 他:"「常陽」MK- 制御棒(CRM601)の照射後試験 シュラウド型制御棒吸収ピンの照射挙動評価-", JNC TN9430 99-001 (1998).
- 8) Matveev, V.I., Nbahob, A.P. et al: "BN型高速炉制御の炉物理 的概念の発展", IAEA-IWGFR Specialists Meeting, Obninsk, USSR (1983).
- 9 ) Dunner, Ph., Heuvel, H.J. et al. : "ABSORBER MATERIALS FOR CONTROL ROD SYSTEMS OF FAST BREEDER REACTORS ", Journal of Nuclear Materials 124, 185-194 (1984).
- 10) Stoto, T., Housseau, N. et al. : "Swelling and micro cracking of boron carbide subjected to fast neutron irradiations", Journal of applied physics 68(7) (1990).
- 11) Kelly, B.T., Kryger, B. et al. :" Development of Fast Breeder Reactor Absorber Elements for High Endurance in Europe", Proc. of Inter-national Conference on Fast Reactors and Related Fuel Cycles, Vol.3, p.1.10-1~10, Kyoto, Japan (1991).
- 12) Heuvel, H.J., Holler P. et al.: "Absorber Material Cladding Chemical Interaction in Sodium Environment", Proc. of IAEA-IWGFR Specialist's Meeting, Obninsk, USSR (1983).
- 13) ASME Boiler and Pressure Vessel Code Section