オーステナイトステンレス鋼の中性子照射による磁気特性変化に関する研究

Study on Magnetic Property Change on Neutron Irradiated Austenitic Stainless Steel

原子力機構	根本 義之	Z Yoshiyuki NEMOTO	Member
原子力機構	大石 誠	Makoto OHISHI	
原子力機構	伊藤正泰	Masayasu ITO	
原子力機構	加治芳行	T Yoshiyuki KAJI	

Authors previously reported that Eddy current method and AC magnetization method have potential to be applied for development of diagnostic technics to detect the sign of augmentation of the irradiation assisted stress corrosion cracking (IASCC) susceptibility before cracking on the austenitic stainless steel used as structural material in nuclear power plants. In typical austenitic stainless steels such as type304, magnetic ferrite phase would exist in the alloy before irradiation, and it is concerned to disturb the magnetic measurement on irradiated material. Magnetic measurements were conducted in this work on type304 austenitic stainless steel specimens irradiated up to different doses. In addition, microstructure observation was conducted on the area including grain boundary to discuss the correlation of magnetization on irradiated type304 stainless steel were seen clearly different from that on un-irradiated specimen, and showed positive correlation with radiation dose, therefore it was thought that magnetic measurement technics can be applied for the material which contains certain quantity of ferrite phase before irradiation. In the microstructural observation magnetic phase (FeNi₃) formation along the grain boundary was revealed.

Keywords: Austenitic Stainless Steel, Eddy Current Method, AC Magnetization Method, FE-TEM, Radiation Damage

1.緒言

東京電力福島第一原子力発電所における重大事故の 発生以降、原子炉設備の安全性の確保は以前にも増し て重要視されている。新規制基準の下、様々な安全対 策が進められているが、今後の原子炉設備の健全性及 び安全性の確保、安定的な運転のため、構造材料の原 子炉内での中性子照射に伴う材料劣化を予兆段階で検 知し、照射誘起応力腐食割れなどの損傷発生を未然に 回避可能とするための技術開発が望まれる。

従来導入されている原子炉構造材料の劣化診断技術 は、構造材料に発生した微細き裂などの損傷を検知す る診断法である。一方、これまでに著者らが行った研 究において、オーステナイトステンレス鋼の約0.12dpa から約5dpaまでの中性子照射材の交流磁化法や渦電流 法による磁気測定試験によって得られた磁気データが 照射量に依存して上昇し、高温水中での低歪み速度引 張(SSRT)試験で得られる粒界破面率、つまり照射誘 起応力腐食割れ(IASCC)感受性を示すデータとの間に 相関関係が見られることが示されている。Fig.1に高純 度オーステナイトステンレス合金の中性子照射材の

連絡先:根本義之、〒319-1195 茨城県那珂郡東海村大字 白方 2-4、日本原子力研究開発機構、電話: 029-282-6373、e-mail:nemoto.yoshiyuki@jaea.go.jp IASCC感受性(粒界破面率)と、同じ試験片のつかみ部 における交流磁化法測定によって得られた第三高調波 強度の相関関係の一例を示す[1]。この様な相関関係の 適用により、IASCC感受性等の材料劣化の程度を微細き 裂などの損傷発生以前に非破壊的に検知する技術の開 発が可能であると考えられる[1-7]。



Fig.1 Correlation between IASCC susceptibility and 3rd harmonics voltage on neutron irradiated high purity stainless steels [1].

Table 1 Chemical compositions (wt.%)

ID	С	Si	Mn	Р	S	Cr	Ni	N	Fe
SUS304	0.05	0.65	1.2	0.024	0.004	18.58	8.93	0.02	Bal.
HP304/S	0.002	0.03	1.41	0.001	0.0318	18.32	12.47	0.0012	Bal.

著者らは上記の予兆診断技術開発のため、原子炉実 機の複雑形状部材の磁気測定等に適応するためのセン サーの小型化による空間分解能の向上、炉内環境に適 応するためのセンサーの耐放射線性、耐高温性の向上、 システムの遠隔操作化、測定精度向上のためのデータ 処理方法の高度化等を進めてきた[1-7]。

その他の課題としては、SUS304等の材料において照 射前の状態で構造材料中にフェライト相等の磁性相が 存在した場合の照射後の磁気測定精度への影響の検討 が必要であると考えられる。照射前から存在する磁性 相からの磁気信号の影響が大きい場合、照射に基づく 磁気信号の変化が十分な精度で捉えられない可能性が あると考えられる。

また、もう一つの課題としてオーステナイトステン レス鋼のIASCC感受性と磁気データの相関の原因解明 が挙げられる。著者らはこれまでにIASCC感受性と磁気 データの相関が見られた高純度モデルオーステナイト ステンレス合金の中性子照射材の微細組織観察を行い、 強磁性体であるパーマロイ(FeNi₃)の結晶粒内での生 成を確認している[4]。そのためオーステナイトステン レス鋼の中性子照射による磁気発現の原因は照射誘起 の磁性相生成である可能性が考えられる。

IASCC感受性と磁気データの相関の原因を検討する 上では結晶粒内だけではなく、き裂の進展する結晶粒 界における磁性相生成の可能性について検討する必要 があると考えられる。そのため著者らはこれまでの研 究においてオーステナイトステンレス鋼の照射誘起偏 析による結晶粒界でのCr欠乏、Ni富化をバルクの組成 で模擬し、Cr濃度約10wt.%、Ni濃度約30wt.%とした合 金に対して鋭敏化熱処理を行い、結晶粒界でのCr濃度 をさらに低下させた試料を用いて、渦電流法測定や磁 気力顕微鏡観察、透過型電子顕微鏡による微細組織観 察等を行った[1,4]。その結果、結晶粒界にパーマロイ (FeNi₃)が生成し、結晶粒界近傍における局所的な磁 区構造の変化が発生し、それによって材料のマクロな 磁気特性の変化が起きることを示した[1]。しかしこれ らは模擬材料を用いての検討であるため、中性子照射 材の結晶粒界での磁性相生成について微細組織観察を 行い確認する必要があると考えられる。

本研究においては上記技術開発に関連した基礎的検 討として、照射量及び照射速度の異なるSUS304オース テナイトステンレス鋼中性子照射材の小型試験片の磁 気測定を行うと共に、これまでの研究で磁気データと 材料劣化の相関性が見られた照射材試料の結晶粒界近 傍での微細組織観察を実施し、磁性相生成について検 討した結果について報告する。

2. 実験方法

2.1 材料

Table 1 に本研究で用いた材料の化学組成を示す [1-13]。いずれも合金作成後に固溶化熱処理を施して いる。

オーステナイトステンレス鋼中のフェライト相の量 については、材料の化学組成からクロム当量、ニッケ ル当量を計算し、JIS 規格に基づきシェフラー相図上 にプロットすることにより予測することができる[14]。 これまでの著者らの研究において磁気測定を行った高 純度オーステナイトステンレス合金及び SUS316L 等の フェライト量はいずれも約0~5%程度となるのに対し、 本研究で用いた SUS304 のフェライト量は 10~20%と予 測される。またこの材料の金相観察及び X 線回折試験 を行い、フェライト相の生成を確認した。この材料を 原子力機構の材料試験炉(JMTR)で中性子照射した試料 を使用した。照射条件を Table2 にまとめる。照射量約 0.85dpa までの照射に関しては、照射速度約 1.0x10¹⁸n/m²/s で照射した試料(ID:A44)と約 1.2x10¹⁷n/m²/s で照射した試料(ID:A26)を使用した [15].

HP304/S はこれまでの研究で照射材の磁気測定を行い、IASCC 感受性とった高純度モデルオーステナイト ステンレス合金のうちの一つである[1-7]。本研究では この材料を原子力機構の研究用原子炉 3 号機(JRR-3) において約 513K で約 1dpa まで中性子照射した試料を 用いた。著者らはこれまでこの試料について電界放射 型透過型電子顕微鏡(FE-TEM)による微細組織観察及び 結晶構造解析を行い、強磁性体であるパーマロイ (FeNi₃)の生成を確認している[3]。しかしこれまで の観察は結晶粒内での観察であり結晶粒界での磁性相 生成については検討されていない。そのため本研究で はこの試料の結晶粒界について FE-TEM による微細組 織観察及び結晶構造解析を行い磁性相生成について検 討することとした。

ID	Dose(dpa)	Dose rate(n/m ² /s)	Temperature(K)
A52	0.79	1.0x10 ¹⁸	553
A26	0.85	1.2x10 ¹⁷	544
A44	0.85	1.0x10 ¹⁸	545
A22	1.78	1.0x10 ¹⁸	553

Table 2 Irradiation conditions for the type304 specimens

2.2 試験片加工

磁気測定に用いた SUS304 照射材はホットセル内で 5mm x 8mm x 5mm 程度のブロック状に加工し、直径 30mm、 高さ 30mmの円筒形の樹脂埋め管の底面に試料の 5mm x 8mm の面が露出する様に樹脂を流し込んで埋め込んだ 上で研磨を行い、最終的には粒度 0.1 µmのバフ研磨に より鏡面にまで研磨した。この樹脂埋め管の寸法は、 著者らがこれまでの研究で開発した磁気測定装置の試 料ステージに適合した寸法となっている[7]。

FE-TEM 観察に用いた HP304/S 照射材はホットセル内 で 5mm x 8mm で 1mm 厚の板状に加工した上で表面研磨 を行い、最終的に粒度 0.1 µmのバフ研磨により鏡面に まで研磨した。その後、集束イオンビーム (FIB) 加工 装置 JIB-4501 において二次電子像の観察により結晶 粒界を含む領域を選択して、FE-TEM 観察用の薄膜試料 の作製を行った。

2.3 試験条件

交流磁化法及び渦電流法による磁気測定はいずれも 直径 1.2mm φのパーマロイ・コアを芯として、導線を 巻きつけて製作した I型コイルセンサーを用いて行っ た。I型コイルセンサーのセンサープローブの概念図 を Fig.2に示す。励磁コイルは φ0.18mmの導線を 120 回巻き付けて作製し、検出コイルは φ0.08mmの導線を 300 回巻き付けて作製した。測定条件はいずれも励磁 周波数 10kHz、アンプ感度 6dB、検出電圧±9V で、リ フトオフ 0mm、つまり試験片表面にセンサープローブ を密着させた状態で測定を行った。また極力試験片縁 辺の磁気データへの影響を小さくするため、試験片の 底面の中心部で測定を行った。交流磁化法測定におい ては、第3高調波強度の評価を行った。その際、一定 時間あたり20回の自動測定を行い、ピーク強度の平均 値を取得することを5回実施した。5つのデータから 最大と最小を省いた3つのデータの平均値を、その試 験片の第3高調波強度のデータとして評価した。

渦電流法測定においては、非照射材を用いて原点調 整を行った上で他の試料の測定を行い、プローブ電圧 の振幅値(変化量)を評価した。

HP304/S 照射材の FE-TEM 観察は JEM-2800 を使用し 200kV の加速電圧で行った。





3. 結果及び考察

3.1 照射材の磁気測定結果

Fig. 3 に SUS304 の非照射材及び照射材の交流磁化法 による第3高調波強度の測定結果を照射量に対してプ ロットしたグラフを示す。照射量の上昇に伴い第3高 調波強度が上昇する傾向が見られた。一方、異なる照 射速度で0.85dpaまで照射した試料の第3高調波強度 の違いは明らかには見られなかった。





Fig. 4 に SUS304 試料の渦電流法による位相平面上での評価結果を示す。ここでは、非照射材を基準として 測定を行った。この位相平面上での各試験片のデータ の原点からのベクトル成分を評価して得られたプロー ブ電圧の振幅値を規格化し、照射量に対してプロット したグラフを Fig. 5 に示す。照射量の上昇に伴い、プ ローブ電圧の振幅値が上昇する傾向が見られた。また 照射速度 1.2x10¹⁷n/m²/s で照射した試料では、照射速 度がより速い 1.0x10¹⁸n/m²/s で照射した試料に比較し て、同じ照射量(約 0.85dpa)でもプローブ電圧の振 幅値が低くなる傾向が見られた。



Fig.4 Probe voltage distribution on phase plane obtained by Eddy current measurement on type304 stainless steel





これらの異なる照射速度で 0.85dpa まで照射した SUS304の試料についてはこれまでの研究で高温水中で の SSRT 試験が行われており、その破面観察結果におい て粒内型の応力腐食割れ(TGSCC)の発生が見られてい る[16]。Fig.6 に破断面の断面積に対する TGSCC 破面 率とプローブ電圧の振幅値の相関関係を示す。TGSCC 破面率の上昇に伴いプローブ電圧の振幅値が上昇する 正の相関関係が見られた。



Fig.6 Correlation between TGSCC fracture rate (%) and probe voltage obtained by Eddy current measurement on type304 stainless steel irradiated up to 0.85dpa in different dose rate

これらの照射材の磁気発現及び TGSCC との相関について議論するため、過去に行われた FE-TEM 観察結果を参照すると、転位ループの数密度は低照射速度(1.2x10¹⁷n/m²/s)の場合に約4.5x10²²/m³、高照射速度

(1. 0x10¹⁸n/m²/s)の場合に4. 0x10²²/m³であり明らかな 差が見られなかったが、その平均寸法は低照射速度の 場合に約 4nm なのに対し高照射速度の場合に 7nm とな っていた[17]。このような転位ループ等の微細組織の 様相の違いは材料の照射硬化や歪み挙動の変化等機械 的性質の変化に影響を及ぼし、その他の条件との複合 作用によって IASCC 等の材料劣化挙動を変化させる可 能性が検討されている[16, 17]。

一方これまでに著者らは SUS316L に冷間加工や室温 及び高温での引張試験により転位組織を導入した試料 について磁気測定試験を行い、転位組織導入による磁 気的性質の変化の可能性について評価を行ったが、転 位組織の発達そのものが磁気特性の変化をもたらす可 能性は低いと考えられる[5]。

また中性子照射においては、転位ループの発達と並 行してキャビティの生成、照射誘起偏析、照射誘起析 出等も進展するため、照射材における磁気発現の原因 は照射誘起偏析等に基づく磁性相の生成によるもので ある可能性が考えられる。著者らはこれまでの研究に おいて高純度モデルオーステナイトステンレス合金の 照射材のFE-TEM 観察を行い、結晶粒内での強磁性体の パーマロイ(FeNi₃)の生成を確認している[4]。その ため、照射材における磁気発現の原因は照射誘起の磁 性体の生成であると考えられる。しかし生成した磁性 相の様相等の詳細はまだ明らかでないため、磁気的性 質の変化と IASCC や TGSCC との相関に関する議論のた



Fig.7 FE-TEM observation results on HP304/S irradiated up to 1dpa, including grain boundary (GB) region. (a) Bright field image, (b) Diffraction pattern from the grain① (B=[0 0 1]), (c) Diffraction pattern from the grain② (B=[1 2 2]), (d) Diffraction pattern from the region including grain①, ② and GB. (e) An illustration of (d) (·: diffraction spots from grain①, ◆: grain②, ○: precipitates along GB (FeNi₃, B=[1 -1 0])), (f) Dark field image obtained from the diffraction spot pointed by the arrow in (d) and (e).

めには、今後試料のFE-TEM観察等を詳細に行い、慎重 に検討していく必要があると考えられる。

以上の結果から 10~20%程度のフェライトを含む SUS304 であっても、約 0.79dpa~1.78dpa の範囲の中 性子照射による磁気特性の変化を交流磁化法及び渦電 流法によって評価可能であることが示された。また、 渦電流法によって得られた磁気データは TGSCC の発生 と相関関係があることが示された。今後、より低い照 射量の試料についても磁気測定を行い、測定精度等も 含めてさらに検討していく必要があると考えられる。

3.2 照射材の微細組織観察結果

これまでの著者らの研究において、オーステナイト ステンレス鋼が中性子照射された場合に材料の磁気特 性の変化が見られ、それと高温水中での SSRT 試験で得 られる粒界破面率、つまり IASCC 感受性の上昇等の材 料劣化との相関関係が見られることが示されている [1-7]。そのため本研究では上記の研究で磁気特性と IASCC 感受性の相関が見られた高純度モデルオーステ ナイトステンレス合金HP304/Sの1dpa照射材の結晶粒 界を含む領域における FE-TEM 観察を行った。Fig.7 に その結果を示す。(a)は明視野像、(b)は(a)中に①と記 した、視野左側の結晶粒からの電子線回折像である。 Fig.7の写真は、いずれもFE-TEMの電子線入射方向に 対して、①の結晶粒の(001)面がほぼ垂直になるよう に試験片の角度を合わせた状態で撮影している。その ため、(b)には①の結晶粒の母相であるオーステナイト 相の(001)面からの電子線回折図形が写っている。ま た、(c)には(a)中で②と示した視野右側の結晶粒の、 オーステナイト相の(122)面からの電子線回折図形が 写っている。

(d)は結晶粒①②と結晶粒界を含む領域からの電子 線回折図形である。結晶粒①②からの電子線回折図形 が重なった状態で写っているが、その他の電子線回折 図形も重なって写っている。(d)の電子線回折図形を模 式図にしたものを(e)に示した。・が結晶粒①からの回 折斑点、◆が結晶粒②からの回折斑点を示す。○はそ の他の回折斑点を示しているが、これは結晶粒界を視 野に含んだ場合にのみ現れるため、結晶粒界上に生成 した析出物からの回折斑点であると考えられる。また、 (d)及び(e)中に矢印で示した回折斑点によって得られ た暗視野像を(f)に示す。結晶粒界に沿った帯状の析出 物が白く光って写っており、○で示した回折斑点が結 晶粒界に生成した帯状の析出物からのものであること が分かる。さらに空間群、格子定数等の情報から解析 を行った結果、Fig.7(e)に○で示した回折斑点によっ て構成された電子線回折図形は、強磁性体であるパー マロイ(FeNi₃)の(1-10)面からのものと一致してお り、結晶粒界に生成した帯状の析出物はパーマロイ (FeNi₃)であることが示された[18]。

以上の結果とこれまでの研究から、高純度モデルオ ーステナイトステンレス合金照射材における磁気発現 の原因は結晶粒界及び結晶粒内における照射誘起のパ ーマロイ(FeNi₃)の生成である事が示された[1]。オ ーステナイトステンレス鋼のIASCC発生に関与する材 料因子としては結晶粒界での照射誘起偏析によるCr 欠乏に基づく耐食性の劣化、結晶粒内での欠陥組織の 発達に基づく照射硬化等が挙げられるが、結晶粒界で のパーマロイ(FeNi₃)の生成は高いレベルでのCr欠 乏、Ni 富化によるものであると考えられる。そのため、 結晶粒界でのパーマロイ(FeNi₃)の生成が材料のマク ロな磁気特性変化の主要因であると考えた場合、照射 材の高温水中でのSSRT試験で得られた粒界破面率と、 磁気的性質との相関の原因は結晶粒界でのパーマロイ (FeNi₃)の生成である可能性が考えられる。

結晶粒界での Cr 欠乏と磁気特性変化の関係につい てはこれまでの研究における Ni 基合金の鋭敏化材の B-H ループアナライザを用いた磁気評価試験により、 残留磁化が Cr 欠乏量に対応し、保磁力が Cr 欠乏幅に 対応することなどが指摘されている[19]。オーステナ イトステンレス鋼の中性子照射の場合は照射誘起偏析 により結晶粒界でCr 欠乏の他にNi 富化が発生するが、 それにより強磁性体のパーマロイ (FeNi₃)の生成が起 きることが本研究により示された。鋭敏化熱処理の場 合と中性子照射の場合ではこの他にも結晶粒内での照 射欠陥組織の発達など様々な違いがあるため単純な比 較は出来ないが、今後オーステナイトステンレス鋼の 中性子照射材の結晶粒界で生成したパーマロイ (FeNi₃)の組成、寸法などの詳細とマクロな磁気的性 質の変化の関係を検討していくことが必要であると考 えられる。

また本研究では磁気的性質と TGSCC との相関関係も 示された。そのため、結晶粒内での照射損傷組織の詳 細についても検討を進める必要があると考えられる。 これらの研究により材料の磁気特性と IASCC 感受性と の相関について明らかにしていくことが今後の IASCC 予兆診断手法の開発のために必要であると考えられる。

4. 結言

- 実機軽水炉等への適用性が高いと考えられる、交流 磁化法、渦電流法によって、SUS304オーステナイト ステンレス鋼の中性子照射材の磁気測定を行なっ た。その結果得られた磁気パラメータは、照射量や TGSCCの発生率と正の相関関係を示した。以上から 照射前の状態で10~20%程度のフェライトを含むオ ーステナイトステンレス鋼の場合でも磁気測定に よって照射量に依存した材料劣化を検知可能であ る可能性が示された。
- 2) 中性子照射した高純度モデルオーステナイトステンレス合金の微細組織解析の結果、結晶粒界に強磁性体である(FeNi₃)が生成していることが示された。以上から照射材の高温水中での粒界割れ等の材料劣化と磁気特性の相関関係には結晶粒界における照射誘起のパーマロイ(FeNi₃)の生成が関与している可能性が示された。

謝辞

照射材の磁気測定装置の開発にご協力いただ いた、日鉄住金テクノロジー株式会社の欅田理氏、 金沢大学の田中直登先生に感謝いたします。

参考文献

- 根本義之、欅田理、内一哲哉、高屋茂、塚田隆、「ス テンレス鋼のIASCC感受性と磁気特性の相関性に 関する研究」、日本保全学会誌「保全学」、Vol.7 No.4(2009) 57-68.
- [2] 上野文義、永江勇二、根本義之、三輪幸夫、高屋茂、 星屋泰二、塚田隆、青砥紀身、石井敏満、近江正 男、清水道雄、阿部康弘、吉武庸光、中村保雄、 山下卓哉、「原研-サイクル機構 融合研究報告書 照射環境における原子炉構造材料の劣化現象に関 する研究」JAERI-Research 2005-023, JNC TY9400 2005-013.
- [3] S. Takaya, Y. Nagae, T. Yoshitake, Y. Nemoto, J. Nakano, F. Ueno, K. Aoto and T. Tsukada, "Examination of Relation between IASCC Susceptibility and Magnetic Property", E-Journal of Advanced Maintenance Vol.1 (2009) 44-51.
- [4] 根本義之、三輪幸夫、高屋茂、海老根典也、塚田隆、 内一哲哉、欅田理、「IASCC 感受性の非破壊評価手

法に関する研究」、日本保全学会 第1回検査・評 価・保全に関する連携講演会 講演論文集 (2008) 76-79

- [5] 高屋茂、根本義之、内一哲哉、欅田理、「漏えい磁 東密度測定によるオーステナイト系ステンレス鋼 の材料劣化診断」、日本 AEM 学会誌 Vol. 17, No. 1 (2009),156-161.
- [6] R. Oikawa, T. Uchimoto, T. Takagi, R. Urayama, Y. Nemoto, S. Takaya, and S. Keyakida, "Evaluation of Susceptibility to Stress Corrosion Cracking Based on Non-linear Eddy Current Method", International Journal of Applied Electromagnetics and Mechanics, 33 (2010) 1303–1308.
- [7] Y. Nemoto, S. Keyakida, T. Uchimoto, S. Takaya, T. Tsukada, "Development of a Magnetic Sensor System for Predictive IASCC Diagnosis on Stainless Steels in Nuclear Reactor", International Journal of Applied Electromagnetics and Mechanics, Volume 35, Number 2 (2011) 123-139
- [8] J. Nakano, Y. Miwa, T. Kohya, T. Tsukada, "Effects of silicon, carbon and molybdenum additions on IASCC of neutron irradiated austenitic stainless steels", Journal of Nuclear Materials, 329-333 (2004) 643-647
- [9] 塚田隆、「オーステナイトステンレス鋼の中性子照 射誘起応力腐食割れに関する研究」JAERI-Research 98-007.
- [10] J. Nakano, Y. Nemoto, T. Tsukada, K. Usami and K. Hide, "In-situ SCC Observation on Thermally-sensitized Type 304 Stainless Steel irradiated to 1×10^{25} n/m²", Journal of Nuclear Materials, in press.
- [11] Y. Miwa, T. Tsukada, S. Jitsukawa, S. Kita, S. Hamada, Y. Matsui, M. Shindo, "Effects of minor elements on irradiation assisted stress corrosion cracking of model austenitic stainless steels", Journal of Nuclear Materials, 233-237 (1996) 1393-1396.
- [12] Y. Kaji, Y. Miwa, T. Tsukada, M. Kikuchi, S. Kita, M. Yonekawa, J. Nakano, H. Tsuji, H. Nakajima, "Evaluation of in-pile and out-of-pile stress relaxation in 316L stainless steel under uniaxial loading", Journal of Nuclear Materials, 307-311 (2002) 331-334.
- [13] Y. Miwa, Y. Kaji, T. Tsukada, T. Yamamoto, Y. Kato, M. Yonekawa, Y. Matsui, "Effect of radiation-induced stress relaxation on radiation hardening and IASCC susceptibility in type 316L stainless steel in BWR condition", Proceedings of ICONE15: 15th International Conference on Nuclear Engineering, ICONE-15-10709.
- [14] JIS Z 3119: 2006「オーステナイトステンレス鋼溶 着金属のフェライト量の測定方法」(2006)
- [15] Y. Kaji, K. Kondo, H. Ugachi, J. Nakano, T. Tsukada, "Neutron irradiation dose rate effects on deformation microstructure in austenitic stainless steels", Proceedings of the International Cooperative Group on Environmental Assisted Cracking (ICG-EAC) Meeting, Karuizawa, Japan, May 19-24, (2013) I03

- [16] (独)原子力安全基盤機構委託調査研究「低炭素ステ ンレス鋼 SCC 進展への中性子照射影響実証(SCC 進展への中性子照射影響の機構論的研究)」平成 19 年度報告書、日本原子力研究開発機構 (2008)
- [17] (独)原子力安全基盤機構委託調査研究「低炭素ステ ンレス鋼 SCC 進展への中性子照射影響実証(SCC 進展への中性子照射影響の機構論的研究)」平成 20

年度報告書、日本原子力研究開発機構 (2009)

- [18] P. Villaers and L.D. Calvert, "Peason's Handbook of Crystallographic Data for Intermetallic Phases", Vol. 3, ASM International, (1991) 3314.
- [19] 及川諒太、内一哲哉、高木敏行、「電磁非破壊評価 法を用いた Ni 基合金の鋭敏化評価」、日本機械学 会論文集(A 編),75 編,760 号,1777-1783