# 科学研究費助成事業

## 研究成果報告書



平成 26年 6月 10 日現在

機関番号: 1 1 3 0 1
研究種目: 若手研究(B)
研究期間: 2011~2013
課題番号: 2 3 7 6 0 8 0 3
研究課題名(和文)ナノレベル表面構造解析による照射下微小き裂発生機構解明と予兆検知・対策技術の開発
研究課題名(英文)Clarification of crack initiation mechanism under irradiation and fatigue and develo pment of method for detecting and lengthening initiation life by nano-level analysis of surface morphology
研究代表者
野上 修平(NOGAMI, Shuhei)
東北大学・工学(系)研究科(研究院)・准教授
研究者番号:0 0 4 3 1 5 2 8
交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3.400.000円、(間接経費) 1.020.000円

研究成果の概要(和文):本研究は、低放射化フェライト鋼とその溶接部を対象に、照射損傷と疲労損傷によるき裂発 生機構を究明し、き裂発生の予兆検知指標の開発と、発生寿命延伸のための対策技術の構築を目的とした。き裂発生サ イトは特定の部位には限定されず、旧オーステナイト粒界、パケット境界、ブロック境界、ブロック内部の下部構造に 区分され、結晶粒内が大半であった。照射損傷により発生寿命は短くなったが、発生サイトやその割合に変化はなかっ た。照射損傷の有無にかかわらず、旧オーステナイト粒界によるき裂成長の抑制効果が見出され、結晶粒径最適化と粒 界存在確率の調整により、粒径を超える微小き裂の発生が抑制できる可能性が示された。

研究成果の概要(英文): The objective of this study is to clarify the crack initiation mechanism under irr adiation and fatigue damages in the reduced activation ferritic steel and its weld, and to develop the ind ex for detecting the crack initiation and the method for lengthening the initiation life. It was clarified that the crack initiation occurred at the prior austenitic grain boundary, the packet boundary, the block boundary, and the inside of the block structure. Most of the crack initiation was observed in the matrix. The irradiation damage induced the shortening of the initiation life. No change of the initiation sites an d their ratio occurred due to the irradiation damage. The suppression of the crack growth by the prior aust enitic grain boundary was clarified regardless of the irradiation damage. Based on this result, the fatigu e crack initiation under the irradiation damage would be suppressed by the optimization of the grain size and the probability of the existence of the grain boundary.

研究分野:工学

科研費の分科・細目:総合工学・核融合学

キーワード: 低放射化フェライト鋼 溶接部 疲労 照射損傷 微小き裂発生 表面構造

#### 1. 研究開始当初の背景

(1) 学術的背景

ブランケットなどの核融合炉機器は、中性 子照射下において動的応力負荷を受けるた め、疲労き裂などの損傷の発生が懸念される。 しかし、これらの機器は頻繁に交換できない ため、微小き裂などの損傷発生の予兆を事前 に検知し、損傷発生を抑制するための予防保 全対策を施すことが必要である。

(2) 国内・国外の研究動向及び位置づけ

疲労下での微小き裂発生の起源としては、 主として固執すべり帯と材料表面における 入込み・突出しの形成が考えられており、例 えば Man らによって、その機構が詳細に報告 されている。よって、固執すべり帯と入込 み・突出しの形成素過程を解析することによ り、微小き裂発生条件が見出せる可能性があ ると考えられる。

(3) 着想に至った経緯

先行研究において代表者は、加速器イオン 照射により照射損傷を導入した SUS316L オー ステナイトステンレス鋼を対象に、固執すべ り帯と入込み・突出しの形成による表面の幾 何学的構造変化と微小き裂発生との関係を 調査した。その結果、照射材では、照射誘起 粗大すべりによる変形の局所化が生じ、例え ば個別のすべり線同士の間隔が非照射材と は全く異なるのにもかかわらず、微小き裂発 生時の各き裂発生サイトにおける突出し量 は照射の有無に関わらずほぼ同一の値であ ることを明らかにした。さらに、機械研磨と 化学研磨を相補的に適用した再生研磨を微 小き裂発生以前の段階で施すことにより、微 小き裂発生寿命の延伸が可能であることを 明らかにした。

よって、多様な条件下におけるナノレベル 表面構造変化と微小き裂発生の機構につい ての学理を究明することにより、複雑な微細 組織を有する核融合炉用低放射化鉄鋼材料 とその溶接部の照射下での微小き裂発生の 予兆検知指標が見出せ、さらに、表面構造や 内部組織に応じた再生研磨とすることによ り発生寿命の延伸が可能であると考え、本研 究の着想に至った。

#### 2. 研究の目的

本研究では、核融合炉用低放射化鉄鋼材料 とその溶接部を対象に、照射と動的応力負荷 によるナノレベル表面構造変化と微小き裂 発生の機構に関する学理を究明し、微小き裂 発生の予兆検知に適用可能な指標の開発と、 発生寿命延伸のための対策技術の構築を目 的とした。

3. 研究の方法

本研究では、供試材として、日本原子力研 究開発機構から提供を受けた低放射化フェ ライト鋼 F82H-IEA と、その電子ビーム溶接 材を使用した。ASTM intercept counting 法 により測定した F82H-IEA の平均旧オーステ ナイト粒の結晶粒度は約 3.7 であり、粒径は 約 100  $\mu$ m であった。

イオン照射実験は、東北大学ダイナミトロ ン加速器を用いて実施した。イオンは加速エ ネルギー2 MeV のプロトン、照射損傷量は 0.5 dpa、照射温度は 250℃であった。既往研究に おける低放射化フェライト鋼の照射硬化量 のはじき出し損傷量依存性を調査した結果、 照射温度が 150~300°C の条件で照射試験を 行った場合、30 dpa までは与えた照射量の対 数に比例して照射硬化が生じることが明ら かになった。本研究で行ったプロトン照射実 験においても、従来の中性子照射後の結果と 同様の照射硬化が生じたことから、試験片に 対し適切に照射損傷が導入されたことが確 認された。

本研究では、㈱インテスコ社製の電気モー タ駆動式疲労試験機を用いて、室温大気中に おいて、全ひずみ範囲 1.0%、ひずみ速度 0.01%/sec の条件で低サイクル疲労試験を行 った。試験途中において逐次中断し、試験片 表面の観察およびき裂長さなどの計測を実 施した。観察および計測には、光学顕微鏡、 走査電子顕微鏡 (SEM)、走査電子顕微鏡に付 属する電子後方散乱回折装置 (EBSD) などを 使用した。

- 4. 研究成果
- (1) 非照射材におけるき裂発生挙動

図1に、F82H-IEA 非照射材における微小き 裂発生挙動の観察結果の一例および発生サ イトの比率を示す。非照射材では、疲労寿命 (約 3000 サイクル)の約 20%程度において、 表面き裂長さが 10~30 μm 程度の疲労き裂 の発生が観察された。また、発生したき裂近 傍の領域を EBSD により解析することにより、 発生サイトがそれぞれ旧オーステナイト粒 界、パケット境界、ブロック境界、ブロック 内部の下部構造の4つのサイトであることが 同定された。それぞれの発生割合は旧オース テナイト粒界が約 9.5%、パケット境界が約 7.5%、ブロック境界が約 39%、ブロック内部 が約 44%となり、全体の約 90%が結晶粒内の 各構造および境界であることが分かった。こ の要因として、低放射化フェライト鋼を含む bcc 金属においては、引張圧縮繰返し負荷に 伴う結晶粒内でのすべりが複雑になること により、き裂発生に及ぼす試験温度やひずみ 速度の影響が大きくなることが考えられる。 本研究では室温大気中において比較的ひず み速度が遅い条件で試験を行ったため、結晶 粒内でのき裂の発生が多くなったと考えら れる。

以上の結果により、低放射化フェライト鋼 の非照射材におけるき裂発生サイトは、組織 中の特定の部位には限定されないことが明 らかになった。



図 1. F82H-IEA 非照射材における微小き裂発 生挙動

(2) き裂発生挙動に及ぼす照射損傷の影響 図 2 に、F82H-IEA イオン照射材における微 小き裂発生挙動の観察結果の一例および発 生サイトの比率を示す。イオン照射材では、 非照射材においてき裂発生までに要した繰 返し数の約 50%程度の繰返し数において、表 面き裂長さが 10~30 μm 程度の疲労き裂の 発生が観察された。また、発生したき裂近傍 の領域を EBSD により解析することにより、 発生サイトがそれぞれ旧オーステナイト粒 界、パケット境界、ブロック境界、ブロック 内部の下部構造の4つのサイトであることが 同定された。また、それぞれの発生割合は旧 オーステナイト粒界が約8%、パケット境界が 約3%、ブロック境界が約42%、ブロック内部 が約47%となり、イオン照射材においても全 体の約 90%が結晶粒内の各構造および境界で あることが分かった。

したがって、照射損傷より、き裂の発生サ イトは変化しないが、き裂の発生は促進され ることが分かった。この要因として、照射損 傷により、照射硬化の発生に伴う負荷応力の 増加と、不均一変形の発現が考えられる。以 上の結果から、プロトン照射材においても、 き裂発生に及ぼす試験温度およびひずみ速 度の影響が大きいことが明らかとなった。

(3) 溶接材(非照射)におけるき裂発生挙動
 図3に、F82H-IEA 電子ビーム溶接材(非照射)の金相組織観察結果の一例を示す。当該
 溶接部は溶金部(WM)、粗粒熱影響部(CG-HAZ)、
 細粒熱影響部(FG-HAZ)、過熱影響部



図 2. F82H-IEA イオン照射材における微小き 裂発生挙動

(Tpd-HAZ)、母材 (BM) に区分され、それぞ れの結晶粒径 (旧オーステナイト粒径) およ びビッカース硬度は、80 $\mu$ mおよび Hv240-270 (WM)、10 $\mu$ m および Hv220-240 (CG-HAZ)、5  $\mu$ m および Hv210-230 (FG-HAZ)、70 $\mu$ m および Hv180-200 (Tpd-HAZ)、70 $\mu$ m および Hv200-220 (BM) であった。

図4に、F82H-IEA電子ビーム溶接材(非照 射)における疲労き裂発生挙動の観察結果の 一例を示す。溶接材においては、硬さ(強度) の不連続度が最も高いことから疲労試験下 において最もひずみの集中する、過熱影響部 と細粒熱影響部の境界付近において、き裂の 発生が確認された。また、き裂発生サイトな どの分析の結果、溶接材においても基本的な 微小き裂発生の機構は母材と同等であるこ とが明らかとなった。

### (4) 寿命延伸対策技術

低放射化フェライト鋼では、照射損傷によ り微小疲労き裂の発生サイトやその割合は 変化しないが、き裂の発生は促進されること が明らかになった。これらの要因としては、 照射損傷により照射硬化が生じ、その結果と して結晶粒内において不均一変形が発現し たことが主として考えられた。よって、代表 者の先行研究におけるオーステナイトステ ンレス鋼とは異なり、表面構造変化が主たる 疲労き裂発生要因ではないことが示唆され た。

これに基づき寿命延伸対策技術について 検討した。図 5 および図 6 に、それぞれ



図 3. F82H-IEA 溶接材(非照射)の金相組織

F82H-IEA 非照射材における微小き裂経時観 察結果の一例および微小き裂表面長と繰返 し数の関係を示す。非照射材では、き裂の発 生以降、繰返し数の増加に伴い、新たなき裂 の発生、個々のき裂の成長とき裂同士の結合 による成長、および旧オーステナイト粒界近 傍におけるき裂の成長の停留挙動が生じる ことが観察された。個々のき裂の成長にはき 裂先端近傍における塑性域がき裂の成長に 寄与していると考えられ、一方でこの塑性域 が旧オーステナイト粒界上において停留す ることがき裂の成長の抑制につながると考 えられる。また、複数のき裂の先端がより近 づいたときに、先端部分の応力集中がより顕 著になることで結合が促進されると考えら れ、さらにこれは旧オーステナイト粒界がき 裂の間に存在している場合においても有効 であることが示唆された。以上に示したき裂 の成長挙動は疲労寿命の約 80~90%まで継続 され、最後の 10~20%の範囲において、一般 的な疲労き裂の進展過程であるストライエ ーションの形成等が生じると考えられる。し たがって、疲労き裂の発生以降の成長挙動は、 疲労寿命の 80~90%程度までは1結晶粒また は数結晶粒程度のき裂の成長が占めると言 える。

このように、本研究により、低放射化フェ ライト鋼における疲労き裂成長挙動の特徴 の一つとして、旧オーステナイト粒界による 疲労き裂成長の抑制効果が見出された。この 抑制効果は、照射損傷を導入したイオン照射 材においても観察された。よって、旧オース テナイト粒径の最適化と粒界存在確率の調 整により、粒径を超える微小き裂の発生が抑



図 4. F82H-IEA 溶接材(非照射)における疲労き裂発生挙動観察結果

制できる可能性が示されたと考えられる。

(5) まとめ

本研究では、核融合炉用低放射化鉄鋼材料 とその溶接部を対象に、照射と動的応力負荷 によるナノレベル表面構造変化と微小き裂 発生の機構に関する詳細な調査を実施し、そ の学理を究明し、微小き裂発生の予兆検知に 適用可能な指標の開発と、発生寿命延伸のた めの対策技術の構築を目的として実施した 結果、以下の知見を得た。

- ① 非照射材では、寿命の約 20%においてき 裂発生が確認された。発生サイトは旧オ ーステナイト粒界、パケット境界、ブロ ック境界、ブロック内部の下部構造に区 分され、発生割合としては結晶粒内の各 部位が 90%以上を占めた。これより、発 生サイトは組織中の特定の部位には限 定されないことが明らかになった。
- ② イオン照射材では、非照射材のき裂発生 繰返し数の約 50%においてき裂発生が確認された。発生サイトは非照射材と変わりはなく、割合も同等であった。これより、照射損傷により発生サイトやその割合は変化しないが、発生は促進されることが明らかになった。この要因として、はじき出し損傷により照射硬化が生じ、結晶粒内において不均一変形が発現し



図 5. F82H-IEA 非照射材における微小き裂経 時観察結果

たことが主として考えられた。

- ③ 電子ビーム溶接材について評価した結果、溶接部は溶金部、粗粒熱影響部、過熱影響部、母材に区分され、疲労下において最もひずみの集中する過熱影響部と細粒熱影響部の境界においてき裂発生が確認された。発生サイトなどの分析の結果、溶接材においても基本的なき裂発生機構は母材と同等であることが示唆された。
- ④ 低放射化フェライト鋼では、表面構造変 化が主たるき裂発生要因ではないこと が示唆された。これに基づき寿命延伸対 策技術について検討した結果、旧オース テナイト粒界による疲労き裂成長の抑 制効果が見出された。よって、結晶粒径 最適化と粒界存在確率の調整により、粒 径を超える微小き裂の発生が抑制でき る可能性が示された。

研究目的の一つである、微小き裂発生の予 兆検知に適用可能な指標の開発と、発生寿命 延伸のための対策技術の構築という観点で は、(4)の成果が得られたものの、技術とし ての確立という意味では十分ではなかった。 これは、先行研究におけるオーステナイトス テンレス鋼とは異なり、表面構造変化が主た る疲労き裂発生要因ではないことが主な原 因である。よって、本研究で明らかにした低 放射化フェライト鋼独自の疲労き裂発生メ カニズムに基づき、それら技術開発の可能性 の検討が今後必要とされる。



図 6. F82H-IEA 非照射材における微小き裂表 面長と繰返し数の関係

5. 主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計1件)

 S. Nogami, M. Takahashi, A. Hasegawa, M. Yamazaki, Effect of Helium on Fatigue Crack Growth and Life of Reduced Activation Ferritic/Martensitic Steel, Journal of Nuclear Materials,査読有,442巻, 2013年,S43-S47 DOI:10.1016/j.inucmat.2013.02.031

〔学会発表〕(計8件)

- 野上修平、長谷川晃、山崎正徳、微小き 裂成長挙動に基づく低放射化フェライト 鋼の疲労寿命予測手法の開発、プラズ マ・核融合学会第 30 回年会、2013 年 12 月6日、東京
- ② <u>野上修平</u>、宇佐美博士、福田誠、藪内聖 皓、長谷川晃、谷川博康、低放射化フェ ライト鋼溶接継手における疲労破損挙動 の解析、日本原子力学会 2013 年秋の大会、 2013 年 9 月 5 日、八戸
- ③ 山本雄也、中井亮介、<u>野上修平</u>、藪内聖 皓、長谷川晃、低放射化フェライト鋼の 疲労き裂発生挙動に及ぼす照射損傷の影 響、プラズマ・核融合学会第29回年会、 2012年11月27日、春日
- ④ 中井亮介、<u>野上修平</u>、藪内聖皓、長谷川 晃、安堂正己、谷川博康、低放射化フェ ライト鋼の疲労き裂成長挙動に及ぼすへ リウムの影響、プラズマ・核融合学会第 29 回年会、2012 年 11 月 27 日、春日
- ⑤ S. Nogami, R. Nakai, K. Yabuuchi, A. Hasegawa, H. Tanigawa, M. Ando, Fatigue properties of helium-implanted F82H steel, NuMat 2012 The Nuclear Materials Conference, 2012 年 10 月 23 日, 大阪
- ⑥ 中井亮介、<u>野上修平</u>、長谷川晃、谷川博 康、濱口大、低放射化フェライト鋼の疲 労特性に及ぼすヘリウムの影響、第9回

核融合エネルギー連合講演会、2012 年 6 月 28 日、神戸

- ⑦ 山本雄也、佐藤佑毅、野上修平、長谷川 晃、プロトン照射したステンレス鋼にお ける繰返し応力負荷による微小き裂発生、 日本原子力学会 2012 年春の年会、2012 年3月20日、福井
- ⑧ S. Nogami, Y. Sato, A. Hasegawa, Effect of Irradiation on Micro-Crack Initiation in Fatigued Austenitic Stainless Steel, ICFRM-15, 2011年10 月 20日、チャールストン、アメリカ合 衆国
- 6. 研究組織
- (1)研究代表者
  野上 修平(NOGAMI, SHUHEI)
  東北大学・大学院工学研究科・准教授
  研究者番号:00431528