

2次元検出器による内部ひずみ評価法

Evaluation of Internal Stresses using Area Detectors

新潟大学	鈴木	賢治	Kenji SUZUKI	Member
日本原子力研究開発機構	菖蒲	敬久	Takahisa SHOBU	Non-member
徳島大学大学院	城	鮎美	Ayumi SHIRO	Non-member
高輝度光科学研究センター	豊川	秀訓	Hidenori Toyokawa	Non-member

An area detector technique has to be applied to the strain scanning method for materials with coarse grains. A new rotating slit system was designed for a 2-dimensional (2D) detector strain scanning method. The rotating slit system can focus the 2D detector on the center of the goniometer, and the gauge volume is made by the rotating slit system. The stress measurements were examined with the rotating slit and 2D detector. The measured diffraction spots shifted for the 2D strain scanning. The magnitude of the shift of the diffraction spot was very large as compared with the shift due to the strain. This phenomenon was caused by interaction between the gauge volume and the coarse grain. That is a coarse grain effect. To overcome the coarse grain effect, we propose a diffraction spot trace method (DSTM), which is constructed by the rotating slit and the PILATUS detector. The bending stress distribution of the coarse grain aluminum alloy was measured by DSTM. The measured stress was consistent with the applied stress.

Keywords: X-Ray Stress Measurement, Synchrotron, Rotating-slit, Area Detector

1. 緒言

材料の実応力を知ることは、構造健全性や製造物の信 頼性において重要である。近年、材料の内部の実応力を 中性子や高エネルギー放射光を用いて評価するひずみス キャニング法がある^[1]。この新しい光源を利用した応力評 価方法が急速に発展してきたことにより、内部の応力分 布測定の手法も確立しつつある[2]。高エネルギー放射光は、 透過力では中性子よりも劣るが、空間分解能に優れてお り、表面付近の応力分布測定に適している。細粒の材料 であれば、Fig.1(a)に示すようなきれいな回折環を得るこ とができるので、Fig.1(b)に示すダブルスリット光学系と シンチレーションカウンターのような0次元X線検出器 で、回折中心にあるゲージ体積の応力を測定することが 可能である。つまり、回折装置の0次元検出器をスキャ ニングして、Fig.1(a)の回折環の回折角2θの変化からブ ラッグ条件を用いてゲージ体積の格子ひずみを求める。 さらに、試料ステージをxyz 方向にスキャニングすること で、3次元の実応力マップを作成することができる。 ダブ ルスリット光学系と0次元検出器の組合せでは、Fig.1(b)

連絡先: 鈴木賢治、〒950-2181 新潟市西区五十嵐二の 町 8050 番地, 新潟大学教育学部、 E-mail: suzuki@ed.niigata-u.ac.jp



(b) Strain scanning method by point detector Fig. 1 Conventional strain scanning method.

に示すように試料の厚さに関係なく、ゲージ体積(回折中 心)のひずみを計測できる利点がある。

さて、溶接や加工による引張り残留応力は応力腐食割



(a) Diffraction spots



(b) Strain scanning method by 2D detector



れ(SCC)の一因である。また、SCC き裂の進展を予測する には、溶接内部の残留応力分布を知る必要があり、内部 応力を知ることは保全において重要な意味がある。数値 解析により溶接残留応力を得る方法もあるが、それを実 測した残留応力と比較することで数値計算の信頼性や機 器の安全性も確保できる。しかし、溶接部は、凝固組織 と熱影響による粒成長などにより粗大粒となり、粗大粒 の応力は測定困難とされている。その原因は、測定対象 が粗大粒を持つ材料であるために回折環が得られず、Fig. 2(a)に示すような回折スポット像となる。この回折スポッ ト中心を通るように 0 次元検出器を走査することは困難 である。回折スポットを捉えるためには、0次元でなく2 次元の検出器が不可欠である。2次元検出器による一般の 測定においては、試料が薄いので試料と検出器の間には 光学系は必要ない。しかし、厚みのある試料に対しては Fig.2(b)に示すように、検出部が回折中心を視準する光学 系を新たに開発する必要がある。

本研究では、それを解決するために Fig.¥ 2 (b)に示す2 次元検出器による測定法である 2 次元ひずみスキャニン グ法を検討する。特に、回転スリット(rotating slit)の有効 性と 2 次元検出器の精度などの基礎的研究について報告 する。また、計数型 2 次元検出器と回転スリットを組み 合わせて、粗大粒の内部応力を評価する手法を提案し、 その有効性を実証する。

2. 2次元検出器による内部応力評価方法

2.1 回転スリット

回折装置の0次元検出器では、Fig.1(b)のようにカウン ターの前にダブルスリットが用意され、回折中心をカウ ンターが自動的に見るようになっている。その結果、ダ ブルスリットで作られるゲージ体積の回折を測定するこ とができる。これと同様の原理で、2次元検出器に対して もゲージ体積を作る方法を考えなければならない。Fig.2 (b)に示したようにスリット系がなければ、あらゆる場所 のX線が2次元検出器に入り、検出部の位置と回折中心 が一致することはない。

2次元検出器用のスリットについては、これまでコニカ ルスリットおよびスパイラルスリットが開発され、応力 測定に応用されている。コニカルスリットは円すいの単 ーのスリットを利用してゲージ体積を作り、スキャニン グすることで内部の応力を評価する手法であるが、単一 スリットのため測定対象の回折角に対応したスリットを 作成しなければならず、任意の回折角に対して対応する ことができない¹³⁴。また、従来のスパイラルスリットは、 スリットの方位角により、ゲージ体積の位置が違うこと を利用して内部応力分布を測定する利点があるが、方位 角により深さが変わり解析が煩雑である^[56]。

本法では、Fig.2(b)で示したように2次元検出器のあら ゆる面がすべて回折中心に焦点を結ぶようなスリットを 開発する。方位角 φ(2次元検出器の回折環の円周角度)に 依存せずに検出器の半径から回折角20が求められるスリ ットを設計すればよい。著者らは、Fig.2(b)の回転スリッ ト A と B が相似なスリット曲線を持ち、かつそれらの相 似形のスリットが同軸回転することで検出器のあらゆる 面がすべて回折中心に焦点を結ぶことができることを提 案する。つまり、回折中心から出たX線がスリット A を 通過し、さらにスリット B を通過する条件は、スリット B が A と相似な形を持つことで実現できる。

本研究では、2次元検出器に適した曲線としてアルキメ デス螺旋およびインボリュート曲線を採用した。アルキ メデス螺旋は、極座標(r,q)で示すと次式となる。

$$r_A = a \, \varphi, \qquad r_B = b \, \varphi \tag{1}$$

ただし、 r_A および r_B は回転スリットA,Bのそれぞれの半径、 φ は方位角である。回転に比例して半径が大きくなる

渦巻き型のスリットとなる。製作したアルキメデス・ス リットを Fig. 3 (a)に示す。このアルキメデス・スリットは 剛性が低いので、高速で回転させると変形しやすいので、 0.017 Hz にて回転させた。

他方、インボリュート曲線は基礎円から糸を解いたと きの曲線であり、歯車によく使われる曲線型である。イ ンボリュート曲線を極座標(r,q)で示すと

$$r_A = a (1 + \varphi)^{1/2}, \quad r_B = b (1 + \varphi)^{1/2}$$
 (2)

で表される。ただし、*a*,*b*はそれぞれの回転スリットの基礎円半径である。製作したインボリュート・スリットを Fig. 3 (b)に示す。インボリュート・スリットは剛性が高い ので、回転速度1Hzで回転させた。速い現象にはインボ リュート・スリットが有利であるが、製作の複雑さを解決 する必要がある。



(a) Archimedes slits



(b) Involute slits Fig. 3 Rotating slit system

これらのスリット曲線の*a*, *b*の値とスリット間隔*L*により、スリットAと焦点Oとの距離Fは、

$$F = a L/(b - a) \tag{3}$$

となる。この式は、これらの曲線では焦点間距離 F が方 位角 φ に無関係であり、2 次元検出器のすべての位置(x,y) が焦点 O を向くことを数理的に証明したことを意味する。 同位相に回転スリット A と B を組立て、同一軸で回転を することで、2 次元検出器全面に焦点(ゲージ体積)からの 回折像を得ることができる。

本実験の回転スリットの諸元は、アルキメデス・スリ ットについては、 $a=5/\pi$ mm、 $b=10/\pi$ mm、L=F=100 mm である。スリット材料は板厚 2 mm のタンタル製で、ス リット幅は 1 mm である。

インボリュート・スリットについては基礎円 a = 50 mm、 b = 70 mm、L = 115 mm、F = 287.5 mmで製作した。スリ ットは板厚 2 mm の鋼製、スリット幅は 1 mm である。

2.2 2次元検出器

ひずみを測定するには 2 次元検出器の精度および性能 も重要である。実際の実験を想定すると、ひずみ測定に 求められる検出器の性能は、露光と読取り時間を合わせ た測定効率、ひずみ測定に相応しい空間分解能の両者が 要求される。本実験では、2 次元検出器としてイメージン グプレート(IP: imaging plate)およびパルス計数型 X 線画 像検出器(PILATUS: <u>pixel</u> apparatus for the <u>SLS</u>)を用いた^[7]。

IP は低エネルギーX線から高エネルギーX線に対して も検出効率がよく、検出器面積が400×400 mm²と広く、 解像度が0.1 mm/pixel の優れた空間分解能を持っており、 ひずみ測定の2次元検出器として期待できる。また、回 折中心とIP との距離 L_0 は450.01 mm である。その反面、 露光、読み取り、消去の処理があるので、測定時間を要 する。また、測定のたびにIP を着脱するので誤差要因に なる。IP は積分型の検出器でバックグラウンドも含めた すべてのX線をカウントするので、長時間の測定には適 していない。

一方、PILATUS 検出器(100K)の検出部面積は約84×34 mm²でIP より狭く、空間分解能172 μ m/pixel で487×195 pixel を持つ2 次元アレイである。回折中心と PILATUS 検出器までの距離 L_0 は、1,603.6 mm である。X線エネルギー10 keV から30 keV に対しては検出効率が90%以上であり、波高弁別ができるのでノイズなしで回折光子をカウントできる利点を持つ。さらに、検出器を固定したま



Fig. 4 Experiment with rotating slit and PILATUS

まで効率よく測定できる。PILATUS は、IP の持つ弱点を 克服した検出器といえる。

Fig.4に実際の測定装置の一例を示す。入射したX線は 4象限スリットで0.2×0.2 mm²に絞られ、試料を透過する。 試験片からの回折X線は、回転スリットにより回折中心 からのX線が検出器に入る。回転スリットは、5軸ステー ジを調整して回転軸が入射ビームと一致するように、ま た回転スリット焦点と回折中心が一致するように調整し た。図中の検出器はPILATUS検出器であり、検出器面積 が小さいので目的の回折が測定できる位置に移動できる ように、PILATUSを2軸ステージに載せている。図中の 試験片はxyzステージに載っており、スキャニングするこ とで応力分布を測定する。本実験では大型放射光施設 SPring-8のBL19B2およびBL22XUの2カ所のビームラ インにて複数回の実験を行い、2次元検出器によるひずみ 測定の基礎的実験を実施した。

3. 実験結果および考察

3.1 2次元検出器による細粒の内部応力評価

まず、2 次元検出器 IP が、高エネルギー放射光による ひずみ測定に対して十分な精度を持つか、理想的な結晶 材料の連続回折環で精度を検証した。板厚2 mm、幅15mm の S45C 焼きなまし平板試験片(フェライト粒径約25 μm) を用意して、油圧ピストンにより引張り試験をしながら IP にて回折環を測定して負荷応力をその場測定した。

S45C 平板試験片の引張り試験結果を Fig. 5 に示す。平 板試験片に貼り付けたひずみゲージにて機械的負荷ひず み ϵ_A を測定した。油圧ピストンに装着した荷重変換器に て引張り荷重を測定して、機械的応力 σ_A を求めた。IP の 回折環は、211 回折から 521 回折まで 11 個の連続環が測 定できた。IP で測定した回折ひずみ ϵ_{tkl} と Kröner モデル



Fig. 5 Stress measurement of plate specimen by IP

から計算した理論的回折弾性定数 SE_{hkl} からX線応 カ σ_{hkl} を求めた。これらのX線応力 σ_{hkl} の平均値を IP によ る測定応力 σ として図に示した。引張り試験の典型的な 応力-ひずみ関係が測定され、機械的測定値と IP による測 定値はよく一致している。このことから 67 keV の高エネ ルギー放射光による低い回折角(20 = 10~20°)でも、IP を利用して応力を測定することは可能であり、2 次元検出 器の測定精度に問題はない。この実験においては、使用 したビームラインは BL22XU、ビームサイズは $S0.2 \times 0.2$ mm²、露光時間 2 分である。

さて、回転スリットを利用してひずみスキャニング法 で内部応力分布が測定できるかを実験的に試みた。その 結果を Fig. 5 に示す。板厚 10 mm の S45C 試験片に曲げ 応力分布を与え、圧縮側から引張り側までひずみスキャ ニングした。負荷した曲げ応力は、試験片の圧縮と引張 り側に貼ったひずみゲージから求めた。用いた検出器は PILATUS であり、X線エネルギーは 70.23 keV である。 測定された S45C の回折は良好な連続環で、α-Fe の 211、 220、310 回折が測定できた。ただし、PILATUS 検出器の 高エネルギーX線に対する計数効率が低いために露光時 間が 40 分で、最も強い 211 回折でもそのピーク高さは約 70 カウントであった。しかし、積分型検出器の IP と違い、 バックグラウンドはほとんどなく、パルス計数型検出器 の優れた特性を確認できた。高エネルギーX線の測定効 率の高いパルス計数型 2 次元検出器の開発が望まれる。

Fig.6に示すように、310回折を用いて得られた応力分 布は、破線で示した負荷応力とよく対応し、応力分布が 測定できる。しかし、211回折および220回折による応力





Fig. 7 Strain of stainless steel measured by IP

値は中心から圧縮・引張り側の表面に近くなると、負荷 応力から急激に外れてくる。これは、回転スリットで構 成されるゲージ体積に試験片の表面が入ってくるために 回折の中心がゲージ体積の中心と異なるために生じる表 面効果である^[8]。回転スリットは円板に垂直にスリットを 切っているので、回折角が高いほど角度のコリメーショ ンが厳しく、低回折角ほどコリメーションが甘くなる。 その結果、211回折や220回折ではゲージ体積が大きくな り、表面効果が顕著に表れている。ただし、コリメーシ ョンを厳しくすると回折環が得られなくなるので、この 問題はコリメーションを厳しくするだけでは解決できな い。

3.2 粗大粒の応力評価

前述の実験では2次元検出器のひずみ測定精度を検討 するために、細粒の試験片からの連続回折環を用いて応 力を測定した。一方、粗大粒の場合は回折スポットを2 次元検出器で測定して、ひずみを評価する必要がある。

まず、粒径 170 µm を持つオーステナイト系ステンレス SUSF316Lの板厚 2 mm の平板試験片を用意した。前節と 同様に、この平板試験片の両端に油圧シリンダーにて引 張り負荷を与えた。負荷応力は油圧シリンダーにセット した荷重変換器で計測し、機械的ひずみを試験片に貼っ たひずみゲージから求めた。X線波長エネルギーは 67.13keV で、X線ビーム寸法は0.2×0.2 mm²である。放 射光X線ビームを試験片に透過させ、IP にて回折スポッ トを撮影した。IP の露光時間は2分にて測定した。

粗大粒の回折の測定は0次元検出器では測定困難であ ったが、2次元検出器を用いることで測定できた。しかし、 引張り負荷過程を計測できる回折としては、420回折およ び511+333 回折のみであった。2 次元検出器を使ったとし ても、ある一定の回折スポット数が必要である。測定さ れた 420 回折および 511+333 回折を利用して測定した結 果を Fig. 7 に示す。図では、IP にて測定したX線的ひず み End を横軸に、荷重変換器から計測した負荷応力 GA を 縦軸に取った。図中の実線は、ひずみゲージと荷重変換 器により測定した機械的引張り試験の結果である。Fig. 7 の各回折は、引張り負荷による結晶粒の変形挙動を示し ているが、フックの法則に従った挙動からかけ離れてい る。420 回折と 511+333 回折の平均を取ると、機械的弾性 挙動の実線と対応している。個々の結晶粒は、周囲の結 晶との関係を受け変形するので、1 つの結晶粒が短軸引張 りのフックの法則に従わなが、複数の結晶の平均的挙動 は連続体の挙動に近づくことを示唆している。

以上のように粗大粒を測定する場合は、ある一定数の 回折スポットを測定し平均することで機械的な応力を評 価することができる。回折に寄与する結晶が極端に少な くなる場合は、個々の結晶の変形挙動を評価することか ら、機械的な弾性挙動と必ずしも一致しない。

3.3 回折スポット追跡法

粗大粒を持つ材料の内部の応力を評価するために、3.1 項で用いた試験片と同じ寸法の片持ち曲げ試験片を平均 粒径約100 µm のアルミニウム合金(A5052)で製作した。 これに所定の曲げ負荷をかけてひずみスキャニングする ことにした。PILATUS の検出効率を考慮してX線波長エ ネルギーを30 keV とした。測定ビームラインは SPring-8 の原子力機構専用ビームライン BL22XU で行った。板厚 10 mm のアルミニウム合金試験片を透過するには波長エ ネルギー30 keV で十分である。ビーム寸法は 0.2× 0.2



Fig. 8 Diffraction image of AI specimen by PILATUS

mm²で、露光時間は60秒である。

Fig. 8 に PILATUS で測定した AI 試験片のX線回折スポ ットの動画の一コマを示す。図に示すように、AI の 200 回折および 111 回折が測定された。PILATUS イメージで は、Fig. 1 および 2 (a)の IP 検出器と異なり黒い所がX線 強度の大きい所である。例えば、図中の AI 200 回折線の 所に黒く濃いスポットが 1 個だけである。これが粗大粒 からの回折スポットである。この図のような回折スポッ トはスキャンニングとともに輝度が変化し、やがて粗大 粒がゲージ体積から外れると回折スポットは消えてなく なる。回転スリットは、高い回折角ではコリメーション が厳しくなるので、ゲージ体積も小さくなり空間分解能 も高い。ゆえに、回折スポットが得られる 200 回折を利 用して回折角 20 を計測した。

ひずみスキャニングに伴う回折角20の変化をFig.9に 示す。本図には、測定した200回折スポットの20をすべ て示した。スキャニングに伴い出現し、消えて行く回折 スポットごとに図中のプロットの種類をそれぞれ変えて



Fig. 9 Measured diffraction angle by 2D strain scanning method.

いる。図からわかるように、各回折スポットは、スキャ ニングに伴い回折角20が徐々に減少し、やがて消えてゆ く。それとは別な位置に回折スポットが現れて、同様に20 が減少して消えてゆく。このような挙動を繰り返してス キャニングが終了する。スキャニングに伴いスポットの 回折角20が系統的に減少し、回折強度は極大を示して消 えて行く挙動がみられた。このような回折スポットの典 型的挙動を示した回折スポットは合計5個あり、図中に スポット番号を付けた。なお、回折強度の極大挙動を示 さず、すぐに消失した回折スポットについては、図中で Spot 番号を付けていない。前述のような回折スポットの 挙動についてのメカニズムについては、以下のように説 明できる。

回折に関係する結晶粒が、スキャニングに伴いゲージ 体積中を移動する様子を Fig. 10 に示す。 ステージが移動 して試験片がAからB,Cと移動することを考える。図の ように、A においては回折結晶粒がゲージ体積の左側に あり、その時の回折角は検出器の上側にある A の回折ス ポットから計算されるので、見かけの回折角20は、真の 20より大きくなる。つまり、回折計中心 O と検出器との 距離Loは一定と仮定しているので、Aのスポット高さか ら回折角 20 = arctan (h_A/L_0)を計算する。そして、結晶粒 が図中のBの位置にあるときは、正確な20を与える。ス キャニングに伴いその結晶粒はゲージ体積中を移動して、 C点に至ると回折角20は、正しい回折角度より低い値を 与える。このようにして、回折スポットはゲージ体積の 右側を通過してゲージ体積から消える。粗大粒とゲージ 体積との相互作用からスキャニングに過程において、回 折スポットが出現して回折角20が減少しながら回折強度 が最大を示した後、回折スポットは消失する。



Fig. 10 Grain going through gauge volume.

ここでは、ゲージ体積と粗大粒とが影響して変化する 現象を「粗大粒効果」と呼ぶ。回転スリットのコリメー ションを厳しくすることで、粗大粒効果を小さくするこ とができる。しかしながら、コリメーションを厳しくす ると、回折に係わる結晶粒の数が減り、そして回折強度 も減少するので、応力測定には不利である。ゆえに、ゲ ージ体積をある程度大きくしても粗大粒効果を解決でき る測定方法を考えなければならない。その解決策として、 本研究では回折スポット追跡法を提案する。

回折スポット追跡法は、Fig. 10のようにゲージ体積中 を回折に係わる結晶が通過するとき、その回折強度は 徐々に大きくなり、極大を示した後に減少してケージ体 積から消失する。スキャンニングにより回折角20の変化 したときの回折強度の変化を Fig. 11 に示す。図中の曲線 が各スポットの回折強度の変化、そしてプロットが回折 角を表している。この図ではFig.9に示した中でもX線強 度が極大を示したものを取り出している。結晶がゲージ 体積の中心にあるとき、最大の回折強度を示すはずであ る。ゆえに、回折強度が最大の位置の回折角20の値を使 うことで、真の回折角20とする。本研究では、PILATUS 検出器の読み出し速度が速いことを利用して、細かいス テップでステージを動かし、回折強度の変化と回折角の 変化を測定した。各回折スポットに対して回折強度とス テージ位置との関係を放物線で近似して、その頂点位置 を決定し、その頂点位置に対応する回折角20を決定した。 この方法を回折スポット追跡法(diffraction spot trace method, DST 法)と呼ぶ。

なお、粗大粒が連続していても結晶方位が異なるので、 回折スポットが連続して現れる確率は少なく、実際に回



Fig. 11 Diffraction spot trace method.



Fig. 12 Measured stress distribution by DST method.

折スポット追跡法で問題になることは少ない。 回折スポット追跡法で決定した 2θ と X線波長 λ からブラ ック条件により格子面間隔 $d (=\lambda/2\theta)$ を求めた。無ひずみ の格子定数 d_0 は試験片の無負荷時の回折角 θ から得た。 ひずみ ε は(*d*-*d*₀) / d_0 から計算した。応力 σ は、フックの 法則(σ = *E* ε)より求めた。Al の単結晶のスティフネス^[9] を 用いて、Al の 200 回折のX線的弾性定数を Kröner モデル により計算し *E*₂₀₀=66.6 GPa, v₂₀₀=0.354 を得た。

Fig. 9のAI 試験片の結果に提案した回折スポット追跡 法を適用して応力分布を測定した。その結果をFig. 12 に 示す。図中のプロットが測定された回折スポットから得 られた応力値であり、破線が負荷した応力分布を示して いる。測定スポットが少ないが、測定結果は負荷応力分 布とよく対応しており、回折スポット追跡法の有効性が 実証された。回転スリットによる内部応力評価法により、 粗大粒の応力測定の方法に道を開くことができた。 PILATUS 検出器のような高速で読み取ることができる検 出器と回転スリットを組み合わせ、回折スポット追跡法 により応力評価をすることが期待される。近い将来、高 エネルギーX線に対応した PILATUS 検出器が開発され、 ゲージ体積が回折角度に依存せず一定になる回転スリッ トが製作されれば、粗大粒の内部測定は格段に進歩する であろう。

4. 結言

本研究では、高エネルギー放射光において回転スリットと2次元検出器を利用した粗大粒の応力評価について研究した。得られた結果を以下にまとめる。

(1) 高エネルギー放射光を利用した応力測定の検出器と

してイメージングプレートは十分な精度を持っているこ とが、S45C 平板試験片の応力測定により確認された。特 に、各回折の平均値は機械的変化とよく一致した。一方、 粗大粒を持つSUSF316L 平板試験片の応力評価では、個々 の結晶粒の挙動は機械的な値と一致せず、各スポットの 平均値が機械的な値に近くなる。

(2) 回転スリットと 2 次元検出器を利用した内部の応力 測定は、細粒を持つ材料については、連続な回折環を利 用して内部応力を評価することができる。ただし、ゲー ジ体積と試料表面との表面効果があるので、回転スリッ トのコリメーションをある程度厳しくする必要がある。

(3) 粗大粒を持つ試験片の内部応力測定においては、回転 スリットのコリメーションを厳しくすると回折そのもの が得られなくなるので、ある一定のゲージ体積を持つ必 要がある。また、ゲージ体積と結晶との関係で粗大粒効 果が現れる。その解決のために、PILATUS 検出器と回転 スリットを組み合わせた測定システムを利用した回折ス ポット追跡法を提案し、AI 試験片の内部応力を測定した ところ、負荷応力と測定結果が一致し、回折スポット追 跡法の有効性を確認した。

謝辞

本研究の放射光実験は、日本原子力研究開発機構施設 供用研究課題(2008B-E15, 2009A-E06, 2009B-E15, 2010A-E04, 2010B-E10)および高輝度放射光科学研究センター重 点産業利用課題(2009B1810)によるものである。本研究の 一部は、文部科学省科学研究補助金基盤研究(C) No. 21560081 および発電技術検査協会の支援によるものであ る。本実験に際して新潟大学教育学部学生の長谷川太一 および小林真季子両君の協力を得た。以上の支援と協力 に心より感謝の意を表します。

参考文献

 P.J. Withers, "Use of synchrotron X-ray radiation for stress measurement", *Analysis of Residual Stress by Diffraction* using Neutron and Synchrotron Radiation, ed. by M.E. Fitzpatrick and A. Lodini, Talor & Francis, 2003, pp. 170-189.

- [2] 例えば、田中啓介、鈴木賢治、秋庭義明、菖蒲敬久、 "放射光による応力とひずみの評価"、2009、養賢堂.
- [3] R.V. Martins and V. Honkimäki, "Depth resolved strain and phase mapping of dissimilar friction stir welds using high energy synchrotron radiation", Texture and Microstructures, Vol. 35, No. 3/4, 2003, pp. 145-152.
- [4] R.V. Martins, U. Lienert, L. Margulies and A. Pyzalla, "Determination of the radial crystallite microstrain distribution within an AlMg₃ torsion sample using monochromatic synchrotron radiation", Material Science & Engineering, Vol. A402, 2005, pp. 278-287.
- [5] R.V. Martins, "Residual stress Analysis by Mono-chromatic High-Energy X-rays", *Newtrons and Synchrotron Radiation in Engineering Materials Science*, ed. by W. Reimers, A.R. Pyzalla, A. Schreyer and H. Clemens, 2008, Wiley-VCH, pp. 177-194.
- [6] R.V. Martins, C. Ohms and K. Decroos, "Full 3D spatially resolved mapping of residual strain in a 316L austenitic stainless steel weld specimen", Material Science & Engineering, Vol. A527, 2010, pp. 4779-4787.
- [7] 豊川秀訓、兵藤一行、イメージを写す III (最新の 2 次 元検出器)、放射光、Vol. 22, No. 5, 2009, pp. 256-263.
- [8] 町屋修太郎、秋庭義明、鈴木賢治、田中啓介、栗村隆 之、小熊英隆、"高エネルギー放射光を用いたひずみ スキャニング法による残留応力分布測定"、日本機械 学会論文集 A 編、Vol. 71, No.711, 2005, pp. 1530-1537.
- [9] GN. Kamm and GA. Alers, "Low-Temperature Elastic Moduli of Aluminum", J. Appl. Phys., Vol. 35, 1964, pp. 327-330.

(平成24年1月14日)