放射光 µ CT によるフレッティング疲労き裂評価

Development of Fretting Fatigue Crack Propagation Model on Turbine Rotor Groove

神戸大学大学院 工学研究科 中井 善一 神戸大学大学院 工学研究科 塩澤 大輝

1.研究の目的

フレッティング疲労に起因する事故や破壊は,発生頻度は高くないものの,重大事故につながる危険 性はあり、一般疲労と同様に評価法の確立が必要である.フレッティング疲労き裂は,機械構造物の嵌 合部や締付部において生じ,部材表面に対して斜めに進展し,複数のき裂が発生・成長・合体するとい う複雑なき裂進展挙動を示す.そこで部材内部のき裂形状を正確に測定し,フレッティング疲労におけ る微小き裂伝ばモデルの問題点を抽出し,モデルの構築を行う必要がある.本実験ではフレッティング 疲労き裂の伝ば特性を調べるために放射光マイクロトモグラフィ(SR-µCT)を用いてき裂の三次元的な 形状の観察を行った.フレッティング疲労き裂については析出硬化型ステンレス鋼(JIS SUS630)にお けるき裂形状の観察を行っている⁽¹⁾.2007A 期課題実験では,ステンレス鋼よりも吸収係数の小さいチ タン合金を評価材料として選定し,き裂が長い状態で中途止めした試験片について観察を行い,内部の き裂形状および複数き裂の発生と合体の状態を得ることが出来た.そこで今回は比較的短いき裂を観察 し,発生直後のき裂形状を三次元的に得ることでフレッティング疲労き裂の進展モデルの構築を試みた. 2.利用方法および利用結果

フレッティング疲労試験および測定用試料の概要を Fig. 1 に示す⁽²⁾. 試験片および接触片の材料は,

チタン合金 (JIS Ti-6Al-V)であり,2007A 期と同様の ものである.試験条件としては,応力比を R= -1,荷 重繰返し速度を 15 Hz,面圧を 98 MPa,接触端ピーク 応力振幅 σ_{ap}を 234 MPa とした.接触端部近傍の応力計 測を行うために貼付けたひずみゲージからの出力か らき裂の発生・進展を推定した.2007B 期では 20%減 少した時点で試験を終了したのに対して,本実験では より短いき裂を観察するために 15%減少した時点で 試験を終了した.Fig.1 に示したようにこの試験片か らフレッティングき裂発生部を切り出した後,0.9× 0.9mm 断面の角柱となるまで研磨を行った.

CT 観察はビームライン BL19B2 の第1ハッチにて 行った.検出器としては,ビームラインモニタおよび



of testing device

Fig. 1 Geometry of fretting fatigue set-up and sample

CCD カメラの組み合わせを用いた. 観察条件としては, X 線エネルギを 35keV, 露光時間を 12s, 回転 角度を 0.2deg ステップ(透過像 900 枚), 試料 - カメラ間距離を 700mm とした. 各ステップ角度におけ る透過像を再構成することによって三次元像を得た.再構成した像の 1voxel あたりの寸法は 1.75 µ m で ある.

試料表面に平行な断面における再構成イメージおよび深さ方向の形状を現した 3 次元イメージを Fig. 2(a)および(b)にそれぞれ示す. Fig. 2(a)より,二つのき裂 (Crack A, Crack B)が直列に発生していること

がわかる. View の方向から見た三次元 CT イメ ージを示した Fig. 2(b)より, Crack A は試料表面に 対して =116°の角度で進展していることが分か る.また Crack A と Crack B は内部で合体していな い.

次に Fig. 2 に隣接する箇所の CT 像を Fig. 3 に示 す Fig. 3(a)より Crack B と並列に多数のき裂(Crack C Crack D)が発生していることが分かる. Crack B では,点線 で囲んだ場所において二つのき裂が 合体している様子が見られた .View の方向から 見た三次元 CT イメージを示した Fig. 3(b)より, Crack C では試料表面に対して 111 °の角度で 220 μ mの深さ(c1)まで進展し,その後垂直な方向に進展 角度をとっていることがわかる. Crack B は Crack Cと同様の傾向を示しており,約250µmの深さか らほぼ垂直方向に進展している.これは Crack B およびCが Mode から Mode に遷移したものと 考えられる .Crack A は深さ 160 µ m 程度あるため, Mode に遷移していない Mode のき裂であると 考えられる .また View γ方向から見た Fig. 3(c)より, ① Crack C よりも短い多数のき裂が発生している様 子が見られる.これらのき裂深さ c3 は約 100µm で あり, 内部のき裂部と比較してき裂開口量が大き ۱۱.

2007A 期課題実験における観察結果の一例を Fig. 4 に示す.2007A 期では同材料において今回よ りもき裂長さが長い状態で中途止めした試験片に ついて観察を行った.横断面(xy 面)の CT 像を示し た Fig. 4(b)より,2007B 期での観察結果と同様に, 試料表面に対して約110~120°の角度で進展し, その後垂直方向に近い角度で進展していることが わかる.また進展角度が変化する深さは250~ 300µm であった.さらに SPring-8 での CT 測定後, 疲労き裂の破面を開放して電子顕微鏡(SEM)に よる観察を行った.破面の SEM 像を示した Fig.



(a) Vertical slice image (c) 3D image View y Fig. 3 CT images of fretting fatigue crack

4(a)より試料表面に近い領域では試料内部と比較して平坦な破面様相を示していることが分かる.これ は試料表面付近の Mode のき裂ではき裂面が接触していたことによるものと考えられる.Fig.3 に見ら れた試料表面に近い部分における Crack D のようなき裂は,この平坦な破面様相を示す領域に相当し, き裂面の接触によってできたものであると考えられる.

これらのように放射光 CT イメージングを用いることにより,短いき裂の観察が可能であり,今回の 実験ではき裂発生・進展の各段階におけるき裂を観察することができた.今後これらの結果を用いてフ レッティング疲労き裂進展モデルを構築し,有限要素解析による破壊力学的評価を行う予定である.ま た,接触状態を様々に変えた場合の試料について観察を行い,フレッティング疲労き裂の伝ぱモデルを 構築,検証することが課題である.



on A-A' transverse section

Fig. 4 SEM micrograph and CT image of fretting fatigue crack (SPring-8 2007A1905)

(1) D. Shiozawa, N. Nakai, T. Kurimura, Y. Morikage, H. Tanaka, H. Okado, T. Miyashita, K. Kajiwara, "Observation of Cracks in Steels Using Synchrotron Radiation X-ray Micro Tomography", Jouranl. of Society of Materials Science (Japan), Vol. 56, No. 10, pp951-957(2007).

(2) Y.Kondo and M.Bodai, "Study on Fretting Fatigue Crack Initiation Mechanism, "Based on Local Stress at Contact Edge", JSME, Series A, Vol.63, pp. 669-676(1977).