541

SNCM439 の超高サイクル疲労機構に及ぼす ショットピーニングの影響

青学大 〇小川武史

1. はじめに

実製品に対する寿命延伸技術への強い要望と、性能の向上から、繰返し数が10⁷ cycle を越えるような超高 サイクル疲労への感心が高まってきている.本研究で は超高サイクル疲労による内部破壊の発生機構の解明 を目的として、片持ち回転曲げ疲労試験機を用いて超 高サイクル疲労試験を行った.また、ショットピーニ ング (SP) 材の疲労強度を評価するとともに、納入(AR) 材との破面の比較や内部破壊のメカニズムについて検 討した.

試験片および実験方法

2.1 試験片 本研究で用いた試験片は、疲労部門委 員会組織構造分科会の共通試料である.供試材は低合 金鋼 SNCM439 で,化学成分(wt%)は、C:0.42,Si:0.22, Mn:0.78,P:0.02,S:0.013,Cu:1.86,Ni:0.73,Cr:0.83, Mo:0.2 である.焼入れ、160℃焼戻しの熱処理後に、直 径 10mm、最小断面部直径 3mm の砂時計型に研削加工 を施してある.

AR 材に加えて ZrO₂ (ϕ =1 mm) を用いた SP 処理を Air pressure: 0.44 MPa, Blast distance: 50mm, Coverage: 100%, Arc height: 0.78 mm の条件で施した. また,表 面粗さの影響を調べるために, SP を施した後に 15 μ m および完全に SP の加工痕が消える 50~65 μ m まで研 磨して実験を行った. いずれも研磨はエメリー紙で #1500 および#2000 の順で行った. SP の影響を調べる ために, X 線残留応力測定,表面粗さとビッカース硬 さの測定も併せて行った. その結果を表1に示す.

2.2 実験方法 疲労試験は4連式片持ち回転曲げ疲 労試験機を使用し、繰返し速度3150 rpm で実験を行っ た.打切り繰返し数を N=10⁸ cycle とした.試験後、走 査型電子顕微鏡(SEM)により破面の観察を行い、き裂 発生起点の観察を行った.

渦電流センサー(計測範囲~1 mm)を試験片最小断面 部に水平方向に可能な限り近づけて固定した状態で実 験を行い,内部破壊の検出を試みた.得られる電圧の 変化をオシロスコープにより波形として取り出し,そ れをビデオ撮影して,波形の変化とき裂の発生および 疲労寿命との関係を調べた.

Table 1Effect of shot peening on surface roughness,
residual stress and Vickers hardness.

	AR	SP	SP+polish	SP+polish
			$(15\mu{ m m})$	(50 µ m)
R_{e} (μ m)	0.33	9.38	4.76	0.06
R_{max} (μ m)	2.26	34.53	23.01	0.40
σ _R (MPa)	-524 ± 34		—	-1358±153
Hv	617		-	647

小糸製作所

3. 実験結果及び考察

飯塚辰也

3.1 S-W曲線 得られたS-N曲線を図1に示す。縦 軸は応力振幅σ,横軸は破断繰返し数 Nrである.なお, 池本(1)らも材料,試験片形状,熱処理条件,試験機など 全く同一の条件で試験を行ったため、池本らの AR 材 のデータを併せてプロットし、AR 材についての傾向線 を示した.中空印が表面起点の破壊,中実印が内部起 点の破壊であるが、高応力低サイクル側と低応力高サ イクル側で完全に分かれた二重 S-N 曲線となっている. σ_a = 1200 MPa では, SP を施しただけでは疲労寿命を 増加させる効果がなく、表面粗さの改善のために15μ m研磨した試験片でも同様に効果が得られていない. しかし, SP の加工痕が消える 50 µm 以上十分に研磨し た試験片については、かなりの疲労強度の向上が見ら れる. 表面粗さが改善されたことにより表面からの破 壊が抑えられ、σ,=1300MPa まで内部起点の破壊に移 行している.



Fig.1 S-Ncurves

3.2 破面観察 図2に破面写真を示す.2段目の S-N 曲線上で破断した AR 材には、図(a)のような明瞭なフ ィッシュアイが観察された.フィッシュアイの中央に は介在物が見られる.拡大写真を図(b)に示す.介在物 周辺には粒状のファセットと呼ばれる領域が見られる. 図(c)および(d)は SP 材,図(e)およひ(f)は SP 材に 65 µ m の研磨を施した試験片のフィッシュアイ写真である. これらの場合,起点が表面から 400 µ m 前後の深い位 置にあり,大きなフィッシュアイとなっている.また, フィッシュアイの全周に渡ってシェアリップが形成さ れており,内部き裂は表面に達することなく急速破壊 している. SP 材の場合,図2(f)のように介在物のない 起点も観察された.介在物が観察される場合でも,明 瞭なファセットが見られるものはなかった.



Fig.2 Fracture surface (a)(b):AR, (c)(d):SP, (e)(f):SP(65µm)



Number of cycles to failure Nf cycles Fig.3 Depth from surface of fracture origin.



(a) AR at σ_a =1000 MPa (b) SP at σ_a =900 MPa Fig.4 Variations of wave forms detected by eddy current displacement sensor. A: initial wave form, B-E: detected about 2500 cycles before final fracture.

破壊起点の深さ d を図 3 に示す. 疲労寿命との相関 は認められないが, SP 材のほうが AR 材よりも明らか に破壊起点が深くなっている. これは, 表面近傍の圧 縮残留応力に基づくものである.

3.3 応力拡大係数とき裂進展寿命 実験結果は省略 するが、介在物およびファセット破面の面積を村上の 式⁽²⁾に代入して応力拡大係数Kを算出した.その結果、 ファセット破面に対するKは5 MPa \sqrt{m} --定、介在物 に対するKは2~3 MPa \sqrt{m} であり、いずれも N_f との 相関は認められなかった.なお、前述したとおり、SP 材にはファセット破面が認められなかった.

急速破壊に移行した疲労破面から白鳥の式⁽³⁾を用いて*K*を算出すると、28.5~37.5 MPa \sqrt{m} となり、 σ_a の増加に伴って増大した.この結果は、急速破壊が試験片の塑性崩壊によって生じたことを表している.

以上のKの計算結果と一般的な鋼の疲労き裂進展特 性を用いてき裂進展寿命を予測すると、ファセット破 面が形成されてから急速破壊に移行するまでの繰返し 数は高々数万回である.したがって、超高サイクル疲 労現象の解明のためには、介在物からのき裂発生とフ ァセット破面の形成に焦点を絞った研究が必要である. 3.4 渦電流変位センサーによる計測 AR 材の渦電 流変位センサー波形の変化を図4に示す.縦軸はセン サーからの出力信号であり、横軸の時間は約1回転の 時間を表している.A は実験開始直後から破断の直前 に変化が現れるまでの波形であり、B~E は破断直前の 2500 回程度の間にほぼ等間隔で波形の変化を表したも のである.

図(a)の AR 材の場合,波形の全体的な形状に変化が 見られない B~D において,〇を付した位置のみで波 形に変化が見られた.この変化は、き裂の発生を検出 しているものと考えられる.しかし,波形の変化は破 断のわずか 2500 回前に検出されたものであることか ら,内部き裂の発生を検出したものではないと考えら れる.一方,図(b)の SP 材の場合,波形の一部に変化 があるのではなく,全般的に振幅が大きくなっている. 図2の破面観察で示したとおり,SP 材の場合には直径 が1 mm 程度の内部き裂が成長し,表面に達すること なく急速破壊に至っていた.したがって,上記の全般 的な波形振幅の増大は,内部き裂の発生による試験片 の偏心に基づく振動をとらえているものと考えられる.

本研究では市販の渦電流変位センサーを用いて内部 き裂の検出を試みたが、いずれの試験片においても検 出感度が不足していた.しかし、渦電流の発生方向を 軸方向にとるなどの改良を行えば、回転曲げ荷重下の 内部き裂を非接触かつ連続的に観察することのできる 可能性がある.(結言:省略)

参考文献:(1)池本,大久保,三角,第17回フレッティ ング損傷に関する研究会抄録,(1999.12.21) (2)村上,微小欠陥と介在物の影響,養賢堂(1993). (3)Murakami, Stress Intensity Factor Vol.3, JSMS(1985)