321

高強度鋼の2段折れ曲がり S-N 特性に及ぼす 加工硬化層と表面粗さの影響

中日本自動車短大	〇井藤賀 久岳	岐 阜 大 学	戸梶 惠郎
豊田高専	中島 正貴	中日本自動車短大	高 行男

1. 緒 言

高強度鋼の疲労破壊は従来の低・中強度鋼とは 異なり, S-N曲線が2段に折れ曲がることが知ら れている.これは高応力・短寿命域では表面起点 型破壊,低応力・長寿命域では内部起点型破壊と なる,異なる破壊機構に起因している.このよう な破壊起点の遷移は,表面や内部からのき裂発生 を抑制または促進する因子(加工硬化層,表面粗 さ,残留応力,外部環境,介在物の性状など)に よって影響を受ける.すなわち,表面からのき裂 発生が促進されると,遷移応力は低下することが 予想される.

ところで、機械部品は製作過程において行われ る機械加工に依存して様々な表面性状を有する. したがって、これらの部品の疲労強度を評価する ためには、表面性状に関する影響因子(加工硬化 層や表面粗さ)の役割を把握する必要がある.

そこで本研究では、高強度鋼 SNCM439 に電解 研磨および3種類の表面粗さを付与した試験片を 用いて室温大気中で疲労試験を行い、バフ研磨に よる結果と比較することにより、S-N 曲線の形態 や破壊機構に及ぼす加工硬化層および表面粗さの 影響について検討した.

2. 試験片および実験方法

用いた材料は高強度鋼 SNCM439 で,その化学 成分(wt.%)は C 0.38, Si 0.30, Mn 0.76, P 0.018, S 0.014, Cu 0.08, Ni 1.72, Cr 0.75, Mo 0.15 である. 納入材に焼入れ (880℃・60 分保持後油冷),焼戻 し (200℃・60 分保持後空冷)の熱処理を施した. 得られた機械的性質は,0.2%耐力 $\sigma_{0.2}$:1490MPa, 引張強さ σ_B :1863MPa,伸び δ :9%,絞り φ :45% である.試験片は最小断面部直径 3.5mm の砂時計 型であり,応力集中係数は 1.024 で平滑とみなせ る.機械加工後,最小断面部周辺をエメリー紙お よびバフを用いて順次研磨を行った (BF 材).次 に加工硬化層の影響を検討するために,BF 材の表 面層を電解研磨(約 30µm)により除去した試験

Table 1Surface roughness and residual stress.

	BF	EP	R10	R16	R19
<i>R</i> _y (μm)	0.66	0.48	10.2	16.4	19.2
R_{a} (μ m)	0.09	0.03	1.39	2.14	3.15
$\sigma_{\rm R}$ (MPa)	-628	-75	-894	-656	-793

片(EP材)および表面粗さの影響を検討するため に BF 材の最小断面部を再度エメリー紙で研磨し た表面粗さの異なる3種類の試験片(R10材, R16 材および R19材)を用意した.

各試験片の最大高さ *R*_yおよび算術平均粗さ *R*_a を表 1 に示す. BF 材と EP 材の *R*_yはほぼ同程度 (0.8µm 以下)であり,ほとんど表面粗さが存在 しないことがわかる.また硬さは,EP 材では *HV*600 程度で内部まで一様であったが,BF 材お よび R 材では表面近傍で高く,*HV*700 であった.

疲労試験には4連式片持ち回転曲げ疲労試験機 (繰返し速度f:3150rpm)を用いて,室温大気中 において実験を行った.疲労試験後,走査型電子 顕微鏡(SEM)を用いて破面様相を詳細に観察し た.また,表面層の残留応力の影響について検討 するために,X線回折装置を用いて応力繰返しに 伴う残留応力の変化を測定した.

3. 実験結果および検討

3・1 繰返しに伴う残留応力の変化 各試験片 の表面の残留応力を表1に併せて示す. EP 材は電 解研磨により圧縮残留応力が除去されており, R 材は粗さ付与によって圧縮残留応力が増加してい ることがわかる.図1に残留応力の応力繰返しに 伴う変化を示す.BF 材および EP 材においては, 繰返しに伴う残留応力の減衰はほとんど認められ ず,残留応力は比較的安定に存在することがわか る.一方,R 材においては繰返し数が 10³回後, 圧縮残留応力は大きく減衰し BF 材とほぼ同程度 となる.このことから,粗さを付与する際に生じ



Fig. 1 Changes in residual stress with stress cycling.

-271-

NII-Electronic Library Service

た残留応力は疲労試験の初期に減衰するので, BF 材とR材に対する残留応力の影響はほぼ同程度で あると考えられる.

BF 材および EP 材の S-N 曲線を 3·2 S-N曲線 図2に示す. 破面の観察結果に基づいて, 表面起 点型破壊を白印 (\bigcirc , \triangle), fish-eye を伴う内部起 点型破壊を黒印(●,▲)で区別した. BF 材は 高応力域では表面起点型破壊、低応力域では内部 起点型破壊となり、そのS-N曲線は明瞭な2段折 れ曲がりを示す. しかし EP 材では, 試験を行っ た範囲内ですべて表面起点型破壊であり、その S-N 曲線は腐食疲労で見られるような滑らかな曲 線となる. また著者らは, EP 材を用いて乾燥空気 中で疲労試験を行った結果、そのS-N曲線は2段 折れ曲がり(遷移応力 στ=950MPa)を示すことを 確認している.BF 材が表面起点型破壊を示す応力 域 (o>1000MPa) では, BF 材と EP 材の両材間で 疲労寿命に相違が認められ, EP 材は BF 材に比べ て短寿命となる. これは加工硬化層の除去により 試験片表面からのき裂発生が促進されたためと考 えられる.



Number of cycles to failure $N_{\rm f}$

Fig. 2 S-N curves of BF and EP specimens.



Fig. 3 S-N curves of BF, R10, R16 and R19 specimens.

図2と同様に表面起点型破壊および内部起点型破 壊を区別して示した. 図中の実線は, 各材の表面 起点型破壊のデータおよびすべての内部起点型破 壊のデータを直線回帰したものである. BF 材およ び各R材ともS-N曲線は2段折れ曲がりを示す. 各試験片において内部起点型破壊を生じた最も高 い応力を遷移応力と定義すると、遷移応力は BF 材および R10 材では 1000MPa,R16 材および R19 材では 850MPa であり、表面粗さの大きい試験片 において遷移応力は低下する. また, 表面起点型 破壊を示す応力域において疲労寿命は異なってお り、表面粗さの増加に伴って疲労寿命は短寿命と なる.これは表面粗さの凹凸が切欠きとして作用 し、表面からのき裂発生が促進されたためである と考えられる.一方,内部起点型破壊となる応力 域における疲労寿命は、表面粗さの違いによって 顕著な差異は認められなかった、これはき裂が内 部で発生するために表面粗さの影響を受けないこ とに起因しており妥当な結果であると考えられる. 3・3 遷移応力の予測 表面粗さの増加に伴い遷 移応力(表面起点型破壊の疲労限度)が低下する ことが明らかになったので、表面粗さを微小欠陥 とみなして√area パラメータ法を用いて遷移応力 の推定が可能であるか否かについて検討した.検 討に当たっては村上らによる表面粗さの等価欠陥 寸法の評価法を参考にした. すなわち, 試験片の 表面粗さの算術平均粗さ R_aおよびピッチ 2b から 等価欠陥寸法√area_Rを求め,それにより遷移応力 (疲労限度)を推定した.したがって、この手法 はBF材やEP材のように表面粗さがほとんど無視 できる場合には適用できない.得られた結果を表 2 に示す. なお, 表には予測された遷移応力 g と ともに、実験結果 owおよびそれとの誤差も付記し た. 表から明らかなように、予測された遷移応力 は表面粗さの増加に伴って低下する.予測結果と 実験による遷移応力との誤差は最大±7%程度で あることから、この評価方法はS-N曲線が2段折 れ曲がりとなる高強度鋼の遷移応力の推定に対し ても十分適用できると考えられる. (結言・参考文献省略)

Table 2 Prediction fatigue limit.

	R10	R16	R19
2 <i>b</i> (μm)	35.7	49.3	55.5
R_{a} (µm)	1.39	2.14	3.15
√ <i>area</i> _R (µm)	3.91	6.00	8.64
$\sigma_{\rm p}$ (MPa)	934	870	819
$\sigma_{\rm w}$ (MPa)	1000	850	-850
Error (%)	-6.6	+ 2.4	-3.6