

'76-S 690 621.785.532: 669.14.018.298: 669.14.018.24: 620.178.3

(314) 0.1% C-1% Cr-0.25% Al 鋼の転動疲労強度とガス軟窒化処理による

化合物層の相形態

大同製鋼(株) ○神谷久夫 磯川憲二 渡辺敏幸

1 目的

0.1% C-1% Cr-0.25% Al 鋼は、ガス軟窒化処理によって有効硬化深さで 0.3 mm が得られ、 180 kg/mm^2 の面圧に耐えることはすでに報告した。¹⁾ ガス軟窒化処理材の高面圧用途への適用にともなって、高面圧下での化合物層の破壊特性が重要になるが、ガス軟窒化処理によって生成される化合物層の形態や相組成 (C, N 量) との関係について述べた報告は少ない。

すべりを 20% 与えた場合の破壊特性については、化合物層中の窒素濃度との影響が大きいことをすでに報告した。²⁾ 今回は、すべりを与えない場合の高面圧下での破壊特性と、化合物層の相形態との関係について報告する。

2 実験方法

素材は、2トンアーチ炉で大気溶解したのち、熱間圧延によって直径 35 mm の棒にし、900°C で焼ならし処理をした。この素材から $30 \phi \times 4 t$ の試験片を切出したのち、処理温度； 570°C ~ 620°C、処理時間； 3 hr. ~ 5 hr.、ガス混合比； $\text{NH}_3/\text{RX} = 1/2 \sim 2/1$ の条件でガス軟窒化処理を行なった。化合物層の同定および ϵ 相 [$\text{Fe}_{1-\alpha}(\text{C}, \text{N})$] の格子定数の測定は、理学電機製ローターフレックスを用いて行なった。

摩耗試験は西原式転動摩耗試験機を用いて行なった。試験片の回転数は 1000 rpm、ヘルツ面圧は 120 kg/mm^2 ~ 180 kg/mm^2 とし、潤滑油はスーパー MP (SAE 90 番相当、ゼネラル石油製) を用いた。

3 実験結果

(1) 転動疲労破壊の形態は、すべりを与えない場合ピッティングとフレーキングの両者またはいずれか一方で、それぞれ独立に進行する。すべりを 20% 与えた場合は機械的破壊摩耗とフレーキングが独立に起こる。

(2) ピッティングの発生を基準にして求めた面圧強度は、化合物層が ϵ 相の場合その窒素濃度の影響を大きく受け、窒素濃度の小さいものほど面圧強度は高い。ガス軟窒化処理温度が高いほど窒素濃度は低い。

(3) ピッティング深さは、化合物層厚さの $\frac{1}{2}$ に相当する。ピッティングは、くり返し負荷回数の増加に伴い転動面内で巾方向に拡大するが、深さ方向には進行しない。

(4) ϵ 相の格子定数は、ガス軟窒化処理温度の影響を最も大きく受け、処理温度が高くなるにしたがって小さくなる。ガス混合比の影響は小さく、(NH_3/RX) が $1/1$ をこえる場合、 NH_3 の割合が多くなるにしたがって、わずかに大きくなる。^{3), 4)} また化合物層内の残留応力は小さく、 10 kg/mm^2 以下である。

なお、化合物層を $r'(\text{Fe}, \text{N})$ 単相にした場合の破壊形態についても報告する。

1) 伊藤、磯川、神谷、渡辺：日本機械学会講演論文集（1975），No. 750-9

2) 神谷、磯川、渡辺：日本金属学会東海支部講演会概要集（1976），

3) 磯川、湊、渡辺：日本熱処理技術協会第3回学術講演大会

4) 磯川：日本熱処理技術協会 VOL 16 8号 未発表