

(788) 二重溶体化した Ti-6Al-4V 合金の破壊靭性に及ぼす針状  $\alpha$  相の役割

東京大学 ○金 敦漢 岸 輝雄

## 1. 緒言

$\alpha$ ,  $\beta$  二相 Ti 合金のミクロ組織では  $\alpha$  相の形態によって機械的性質及び破壊靭性値が定められ、それぞれの影響について種々検討されている。一般に破壊靭性では針状  $\alpha$  が優れ、強度ではほぼ同じか若干等軸  $\alpha$  が優れ、延性では等軸  $\alpha$  が優れていることが知られている。最近ではチタン合金において針状と等軸を適切に混合させ、強度、延性を保ったまま破壊靭性を向上させる目的で二重溶体化処理が行われている。本研究では二重溶体化した Ti-6Al-4V 合金において熱処理に伴うミクロ組織変化と機械的性質、破壊靭性の関係及び破壊靭性に寄与する針状  $\alpha$  相の役割を検討した。

## 2. 実験方法

供試材は熱間鍛造したインゴットを  $\alpha + \beta$  領域で圧延板厚 39mm の厚板とし、その後 Table 1 に示す熱処理を施した。熱処理条件としては完全な針状組織を生じる条件 (A) と、一番目の溶体化処理は同じで二番目の溶体化処理温度が異なる場合、すなわち全体の  $\alpha$  量は同じで針状と等軸の量が異なる条件 (B E), (C E), (D E)、一番目の溶体化処理温度は同じで二番目の溶体化処理が異なる場合、すなわち同じ等軸  $\alpha$  の量で針状  $\alpha$  の形と量を変化させた (C E), (C F), (C G) である。破壊靭性試験は ASTM E-399 に従って行い、同時に A E も計測した。

Table 1 Heat Treatment Condition of Ti-6Al-4V

## 3. 実験結果

1) Table 2 に示すように二重溶体化条件では降伏応力、伸び、断面収縮率等はほぼ同じであった。

2) 破壊靭性値は一番目の溶体化処理温度が同じで、二番目の溶体化処理温度が異なる場合その温度差が 100°C の条件 (C F) で破壊靭性が最大を示す傾向が見られる。また、二番目の溶体化処理温度が同じで一番目の溶体化処理温度が低くなると靭性は低下した。(Fig. 1)

3) 破壊靭性試験中  $K_{Ic}$  以前に発生した A E 振幅分布を見ると完全な針状組織または条件 C F 以外は  $K_{Ic}$  以前に大振幅 A E はほとんど発生していない。

4) 計測した A E の波形から原波形解析を行い、微視割れの大きさを求めた結果、C F を除いた他の二重溶体化処理においてはほぼ 50  $\mu\text{m}$  の微視割れの大きさが得られ、また条件 C F では 70-100  $\mu\text{m}$  の大きさが得られた。

5) 破断面は大部分がディンプル破面の様相を呈し、C F のみが疲労予き裂先端から 200-300  $\mu\text{m}$  の間に 50-100  $\mu\text{m}$  の大きさの微視割れが認められ、これは向きがそろった針状のブロックが割れそれがいくつが合体して生じたものと考えられる。これはまた  $K_{Ic}$  以前に発生した大振幅 A E と関係しており C F が他の条件と同じ強度で破壊靭性が高いのはこのような先行微視割れの形成による応力緩和がその原因と考えられる。

Table 2 Mechanical Properties of Respective Conditions.

	O <sub>y.s.</sub> (kgf/mm <sup>2</sup> )	O <sub>B</sub> (kgf/mm <sup>2</sup> )	E <sub>f</sub> (%)	R.A. (%)
A	96	101	10	12
BE	107	115	16	32
CE	105	113	17	31
CF	107	114	15	34
CG	106	111	18	36
DE	105	110	19	34

	Solution Treatment(1st)	Solution Treatment(2nd)	Annealing
A	1050°C X 1.5h A.C.		
BE	980°C X 1.5h W.Q.	900°C X 1.5h W.Q.	
CE	960°C X 1.5h W.Q.	900°C X 1.5h W.Q.	
CF	960°C X 1.5h W.Q.	860°C X 1.5h W.Q.	538°C X 4h A.C.
CG	960°C X 1.5h W.Q.	800°C X 1.5h W.Q.	
DE	940°C X 1.5h W.Q.	900°C X 1.5h W.Q.	

