

講演 石油改質装置における鋼材の水素による脆化*

東亜燃料 笹口 昭三郎
早大理工 工博 長谷川 正義
〃 館野正毅・佐野正之

【質問】 興亜石油 種本和男

東燃ハイドロフォーマーのリアクタープロダクトライン、リサイクルガスラインにおける炭素鋼管および5%Cr-Mo鋼管溶接部の割れ、および同ライン中で長期間プラントテストされた炭素鋼、C-Mo鋼、 $1\frac{1}{4}$ Cr-Mo鋼および18-8ステンレス鋼の脆化程度に関する試験結果は今後究明すべきいろいろの問題を提供しているが、当社プラットフォーマーの反応塔張込ライン(炭素鋼)、反応塔内金物(5%Cr-Mo鋼)、加熱炉管($2\frac{1}{4}$ Cr-Mo鋼)、リアクタープロダクト関係の熱交チューブ(9%Cr-Mo)の水素脆化調査結果を総合すると、高压水素ガスとの接触による鋼材の脆化については下記の傾向がみられる。もつとも、これらの材料は選定当初は Nelson curve で水素損傷の問題はない見なされていたものである。

当社の反応塔内金物や東燃のプラントテストのごとく密閉された水素雰囲気内にある材料は非可逆的な脆化(いわゆる水素侵食)をうけやすいようである。これは下記2.に比し鋼中水素濃度が大なることと、これが鋼材全般に浸透しているためであろう。

2. 一方、実際の容器、配管、加熱炉管、熱交チューブのごとく、内側が水素雰囲気、外側が大気その他の雰囲気下にある機器については可逆的な脆化(いわゆる水素脆化)が比較的多く、当社の例では、現に脱水素熱処理により再使用中のものもある。再使用の例は添付一に示されるとおりである。

なお、東燃ハイドロフォーマーの場合は雰囲気中に水素炭化水素のほかに窒素を含んでおり、水素のみによる脆化のほかにCNの生成や、窒化の影響についてはふれていないが、Cr-Mo鋼のみならず18-8ステンレスまでも非可逆的な著しい脆化をうける点につき、水素以外の成分による脆化影響が水素脆化と重畳することについていかがであろうか。

添付一

9%Cr-Mo熱交チューブの水素脆化と脱水素処理

1. 使用経歴

当材料はASTM A213-T9、外径25.4mm×肉厚3.6mmの9%Cr-Mo製Uチューブでプラットフォーマーのスタビライザリボイラーに約30300hr継続使用された。その際の環境条件は下記のとおりであった。

	チューブ側		シェル側	
	入口	出口	入口	出口
運転温度	496°C 35.2	260°C 34.2	238°C 21.1	246°C 21.1
運転圧力	kg/cm² 24.0	kg/cm² 23.2	kg/cm² 0	kg/cm² 0
水素分圧	〃	〃	—	—

水素濃度 H ₂ S濃度 流体名	68.0% mol 0.03% mol Reactor Effluent	0 Nil. Stabilizer Bottoms
-----------------------------------	--	---------------------------------

続いてこの熱交換器はアイソマックス装置のデプロパナイザリボイラーに転用され約6380hr使用後開放点検が行なわれた。使用時の環境条件は下記のとおりである。

	チューブ側	シェル側
運転温度	240°C	91°C
運転圧力	10 kg/cm²	14.8 kg/cm²
流体名	水蒸気	Depropanizer Bottoms

開放点検後、シェル側の耐圧テスト(21 kg/cm²)が使われたが、規定圧まで昇圧しないうちにUチューブの曲げRの付け根部が破断した。

2. 破断チューブの試験結果と再熱処理

破断チューブの破面は脆性破面を呈しており、試験片採取の上、引張試験、偏平試験、硬度試験およびミクロ組織観察を行なった。これらの結果は表1の項目(a)にみられるとおりである。

組織観察の結果、micro fissureなどの割れは認められなかつたが、carbideの凝集の傾向があり、層状のペライトが減少してフェライト部にかすかな網状の縞が認められ、かなり水素脆化が進行していることが認められた。

次に再使用可否を調査するためまず偏平用試験片で加熱による脱水素処理の効果をみるために500°C × 10 min, 500°C × 1 hr, 700°C × 10 min, 700°C × 20 minおよび750°C × 2 hrそれぞれ電気炉中で加熱保持し、冷却後、偏平試験を行なった。

この結果、偏平密着試験で割れが発生しない程度まで靭性が回復するには750°C × 2 hrの脱水素処理が必要であることが判明した。更に当熱処理時の機械的性質をみるために別に750°C × 2 hrで熱処理したサンプルに引張試験を行ない、強度、靭性とも正常に復帰したことを見めた。

これらの結果をまとめると表1項目(b)以降のとおりである。

熱処理により抗強力、伸びとも増加し、硬度が正常値以下がつていることは脱水素による回復が得られたことを意味し、この結果から水素脆化した当チューブバンドルは重油炉中で750°C × 2 hrの熱処理後、再使用された。

更に1年運転後、再度Uチューブより試験片をとり、偏平試験を行なつたが、密着偏平で割れは認められず靭性が確保されていることが再確認された。

* 鉄と鋼, 55 (1969) 11, S 764~767

表 1

項目 No	脱水素の 熱処理条件	引張試験		偏平試験	硬度 (BHN)
		抗張力	伸び		
a	ASTM規格 なし	42.2 kg/cm ² 44.2 kg/cm ²	30%以上 3%	H=17 mm以上まで偏平にしても割れないこと H=23で割れ	163 以下 364
b	500°C × 10 min	—	—	H=22で割れ	—
c	500°C × 1 hr	—	—	H=22で割れ	—
d	700°C × 10 min	—	—	H=21で割れ	—
e	700°C × 20 min	—	—	H=21で割れ	—
f	750°C × 2 hr	56.7 kg/cm ²	39.4%	密着しても割れず	153

添付-2

機器名	リアクタープロダクト セパレーター	スタビライザ レシーバー
運転温度	38°C	38°C
圧力	31.7 kg/cm ²	21.1 kg/cm ²
H ₂ 濃度	68% mol	1.6% mol以下
H ₂ S濃度	0.03% mol	0.03% mol以下

【回答】

1. 今回報告した内容についても、実際の事故例の場合、使用中の配管は内部が水素雰囲気で、外部は大気中である。一方プラントテストの場合同一条件であつてもスライドで説明したような密閉された雰囲気である。この結果は、プラットホーマーの場合と同様に前者は可逆的、後者は非可逆的な脆化を示している。その原因については、ご説明のあつた点も十分考えられるが、今後さらに調査したいと思う。

2. N₂分圧が低いのでとくに考慮していないが、とくに(i)オーステナイト鋼の場合この条件では窒化は起こりにくい、(ii)表面硬度の測定によつても、窒化による硬度上昇は認められなかつた、(iii)曝露した試験片で、ノッチをあらかじめ入れたものと、曝露後にノッチを入れたものの衝撃値の差は認められない(日野氏への回答のスライド参照)、などのことよりN₂による影響はなかつたと思う。

【質問】日本揮発油材研 西野知良

実際の装置がかなり系統的な試験をなされ、有意義な結果を発表なさつたことに敬意を表する。

1. 実装置の雰囲気の中に装入している間にかなりの

材質上の変化を来たしているように思われる。しかし、240~300°Cに4年間置いても、軟鋼のペーライトが粗大化したり、1 1/4Cr-1/2Mo鋼に脱炭層が発生するなどは、非常に考えにくいくことである。普通の熱活性の変化であれば、十万時間以上はかかるはずである。装入前の試験片の準備または装置の温度に問題はなかつたか。

2. 18-8鋼がやはり長時間装入により、衝撃値のかなりの低下をきたしていることも興味がある。この分野の研究報告が最近多くなってきたことから、必然的な理由であると思う。ラミネーションまたは清浄度との関連があるとも思うが破面の状況および切欠とラミネーションの位置的関係についておうかがいしたい。

【回答】

1. 運転条件は問題となるような変動はない。300°C程度でも金属組織変化は十分考えられる。一例として以前筆者らが別に研究していた長時間加熱の結果を引用して回答したい。0.11%C鋼はもちろん0.13%C-0.5%Mo鋼においても327°C × 34728hrの加熱によつて、ペーライトの粗大化およびラメラー状のセメンタイトが多少球状化しているのが認められる。なおこの場合引張硬さ試験結果にはあまり変化が認められないが、衝撃値の減少が著しい傾向を示した。一般に長時間加熱を受けた鋼材は種々の性質に影響があるが、とくに金属組織変化と靱性の低下が著しいようである。

2. ご指摘のとおりステンレス鋼ではこれらの点を考慮する必要があるが、本実験ではとくに注目しなかつた。しかし光学顕微鏡程度の金属組織、非金属介在物検査よりラミネーションは観察されないし、介在物などについても変化は認められなかつた。